Właściwości sprężyste kryształów

III.1 Tensor naprężenia

Ciała stałe pod wpływem przyłożonych zewnętrznych sił ulegają określonym deformacjom, zmieniając swój kształt i objętość. Rozważmy jakiś mały element objętościowy wewnątrz ciała stałego w postaci nieskończenie małego sześcianu z krawędziami równoległymi do osi współrzędnych Ox_1 , Ox_2 , Ox_3 (rys.III.1.1). Siły działające z zewnątrz na ten sześcian podzielimy na siły **powierzchniowe**, oraz siły **objętościowe** albo **masowe**. Siły masowe to są siły, które działają na wszystkie elementy sześcianu i są podobne, na przykład do sił grawitacyjnych. Natomiast, siły powierzchniowe to są siły, które działają na powierzchnie sześcianu z zewnątrz i są to zwykle siły które powstają przy ściskaniu (rozciąganiu), skręcaniu albo zginaniu ciała. Rozważmy najpierw siły powierzchniowe. Siły działające na trzy ściany wybranego sześcianu (rys.III.1.1), z zewnątrz sześcianu, możemy rozłożyć na składowe wzdłuż osi Ox_1 , Ox_2 , Ox_3

$$\vec{F}_1 = \Delta S \cdot (t_{11}\vec{e}_1 + t_{21}\vec{e}_2 + t_{31}\vec{e}_3)$$
, (III.1.1a)

$$\vec{F}_2 = \Delta S \cdot (t_{12}\vec{e}_1 + t_{22}\vec{e}_2 + t_{32}\vec{e}_3)$$
, (III.1.1b)

$$F_3 = \Delta S \cdot (t_{13}\vec{e}_1 + t_{23}\vec{e}_2 + t_{33}\vec{e}_3)$$
, (III.1.1c)

skąd dla trzech odpowiednich wektorów naprężenia \vec{P}_i (naprężeniem będziemy nazywali siłę przypadającą na jednostkę powierzchni) mamy

$$\vec{P}_i = \frac{F_i}{\Delta S} = t_{ji}\vec{e}_j$$
 (*i*, *j* = 1,2,3). (III.1.2)

Tu \vec{e}_1 , \vec{e}_2 , \vec{e}_3 - jednostkowe wektory wzdłuż osi współrzędnych Ox_1 , Ox_2 , Ox_3 ; ΔS - pole powierzchni jednej ściany sześcianu.

Ze wzorów (III.1.1) i (III.1.2) widzimy, że wielkość t_{ij} określa składową siły w kierunku osi Ox_i , działającą na tę ścianę sześcianu, która jest prostopadła do kierunku osi Ox_j . Wielkości t_{ii} określają siły **normalne**, czyli siły ściskania ($t_{ii} < 0$) lub rozciągania ($t_{ii} > 0$). Natomiast wielkości t_{ij} ($i \neq j$) określają siły **ścinania**. Zgodnie z trzecim prawem Newtona siły z którymi ściany 1, 2, 3 działają na otoczenie są równe odpowiednio siłom $|\vec{F}_1|$, $|\vec{F}_2|$, $|\vec{F}_3|$ ale mają przeciwne kierunki do tych sił.



Rys.III.1.1. Siły działające na ścianki sześcianu

Naprężenie nazywamy **jednorodnym**, jeżeli siła działająca na powierzchnię jakiegoś elementu wewnątrz ciała o określonym kształcie i orientacji nie zależy od położenia tego elementu w ciele. Zatem, jeżeli naprężenie jest jednorodne, to siły działające na trzy ściany wybranego sześcianu, które znajdują się po stronie ujemnych kierunków osi współrzędnych i są nie uwidocznione na rys.III.1.1, muszą być równe co do wartości bezwzględnej siłom \vec{F}_1 , \vec{F}_2 , \vec{F}_3 i mieć przeciwne kierunki. Istotnie, rozważmy dwa sześciany *I* i *II* dla których jedna ściana (*A*) jest wspólna (rys.III.1.2). Na ścianę *A* sześcianu *II* działa ze strony sześcianu *I* siła \vec{F}_{12} . Zgodnie z trzecim prawem Newtona ze strony sześcianu *II* działa na ścianę *A* sześcianu *I* i siła $\vec{F}_{21} = -\vec{F}_{12}$. Jednak ściana *A* sześcianu *I* jest równoważna ścianie *B* sześcianu *II* (te ściany mają ten sam kształt i orientację w ciele), a więc siła z której działa otoczenie na ścianę *B* wynosi $(-\vec{F}_{12})$.

Dla naprężenia jednorodnego więc siły działające na mały element objętościowy możemy określić za pomocą 9 wielkości t_{ij}

$$\begin{bmatrix} t_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} t_{11} & t_{12} & t_{13} \\ t_{21} & t_{22} & t_{23} \\ t_{31} & t_{32} & t_{33} \end{bmatrix} .$$
(III.1.3)



Rys.III.1.2. Siły działające na styku dwu sześcianów

Składowe t_{ij} (III.1.3) tworzą tensor drugiego rzędu, który nosi nazwę **tensora naprężenia**. Można wykazać, że tensor naprężenia jest symetrycznym tensorem [5-7]

$$t_{ij} = t_{ji} \quad . \tag{III.1.4}$$

Do opisu tensora symetrycznego drugiego rzędu t_{ij} możemy użyć geometrycznego przedstawienia w postaci kwadryki, zwanej kwadryką naprężenia

$$t_{ij}x_ix_j = 1 (III.1.5)$$

W układzie osi głównych tensora t_{ij} kwadryka naprężenia ma postać

$$t_1 x_1^2 + t_2 x_2^2 + t_3 x_3^2 = 1$$
 . (III.1.6)

Składowe t_i nazywamy **naprężeniami głównymi**. Układ osi głównych tensora naprężenia posiada taką właściwość, iż na ściany ciała wycięte prostopadle do osi głównych działa tylko siła rozciągająca (albo ściskająca).

Tensor naprężenia t_{ij} ma najprostszą postać w dwóch przypadkach:

a) naprężenie jednoosiowe rozciągające przyłożone wzdłuż osi Ox_3

$$\begin{bmatrix} t_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & t \end{bmatrix} ;$$
(III.1.7)

b) ciśnienie hydrostatyczne t

$$\begin{bmatrix} -t & 0 & 0 \\ 0 & -t & 0 \\ 0 & 0 & -t \end{bmatrix}.$$
 (III.1.8)

Jeżeli rozważmy w ciele stałym mały element powierzchni δS , to można wykazać, że 1) Naprężenie wypadkowe t_r (rys.III.1.3) działające na powierzchnię δS wynosi

$$t_r = \sqrt{t_{ri}^2} \quad , \tag{III.1.9a}$$

gdzie

$$t_{ri} = t_{ij}n_j \tag{III.1.9b}$$

i n_i - składowe wektora jednostkowego normalnego do powierzchni δS .

2) Naprężenie normalne t_n (rys.III.1.3) działające na powierzchnię δS jest równe

$$t_n = t_{ij} n_i n_j \quad (\text{III.1.10})$$

3) Naprężenie styczne t_s (rys.III.1.3) określa wzór

$$t_s = \sqrt{t_r^2 - t_n^2}$$
 . (III.1.11)

4) Maksymalne naprężenie styczne $(t_s)_{max}$ działające w płaszczyźnie prostopadłej do \vec{n} (jednostkowy wektor \vec{n} jest równoległy do osi Ox_3) jest równe

$$(t_s)_{\max} = \sqrt{\left(\frac{t_{11} - t_{22}}{2}\right)^2 + t_{12}^2}$$
 (III.1.12)

5) Naprężenie średnie określa wzór

$$t_{sr} = \frac{1}{3}(t_{11} + t_{22} + t_{33})$$
 (III.1.13)

Tensor naprężenia t_{ij} opisuje siły, które powstają wewnątrz kryształu, wskutek działania na ciało sił z zewnątrz. Wewnątrz kryształu tensor ten (kwadryka tensora) może mieć dowolną orientację, a w przypadku naprężeń niejednorodnych (patrz niżej) składowe tensora t_{ij} mogą nawet mieć rożne wartości w różnych punktach ciała Tensor naprężenia więc nie opisuje wcale właściwości fizyczne kryształu, a zatem nie podlega ograniczeniom narzucanym zasadą Neumanna. Takie tensory nazywamy **tensorami pola**.



Rys.III.1.3. Naprężenia działające na mały element powierzchni δS :

 t_r - naprężenie wypadkowe; t_s - naprężenie styczne; t_n - naprężenie normalne

Jeżeli sześcian (rys.III.1.1) jest nieskończenie mały, to możemy rozważać tensor naprężenia jako funkcję $t_{ij}(x_1, x_2, x_3)$ współrzędnych x_1, x_2, x_3 określających położenie środka sześcianu. W przypadku naprężeń jednorodnych, składowe tensora t_{ij} nie zależą od położenia punktu w krysztale. Naprężenia nazywamy **niejednorodnymi** jeżeli składowe tensora naprężenia zmieniają się od punktu do punktu.

Rozpatrzmy wewnątrz ciała, w którym występują naprężenia niejednorodne, nieskończenie mały sześcian. Niech $t_{ij}(x_{10}, x_{20}, x_{30}) \equiv t_{ij}(0)$ jest tensorem naprężenia w środku sześcianu. Znajdziemy siły działające w kierunku osi Ox_1 na dwóch ściankach prostopadłych do osi Ox_1 (rys.III.1.4). Przypuszczając, iż długości $(2\delta l)$ krawędzie sześcianu są dość małe, dla składowych $t_{11}(x_1, x_2, x_3)$ tensora naprężenia w punktach $(x_{10} + \delta l, x_{20}, x_{30})$ i $(x_{10} - \delta l, x_{20}, x_{30})$ możemy zapisać

$$t_{11}(x_{10} + \delta l, x_{20}, x_{30}) = t_{11}(0) + \frac{\partial t_{11}}{\partial x_1} \delta l , \qquad (\text{III.1.14a})$$

$$t_{11}(x_{10} - \delta l, x_{20}, x_{30}) = t_{11}(0) + \frac{\partial t_{11}}{\partial x_1}(-\delta l) \qquad (\text{III.1.14b})$$

Uwzględniając kierunki sił (rys.III.1.4), otrzymujemy dla wypadkowej siły działającej na ściankach prostopadłych do osi Ox_1 następujący wzór

$$(2\delta l)^{2} \cdot [t_{11}(0) + \frac{\partial t_{11}}{\partial x_{1}} \delta l] - (2\delta l)^{2} \cdot [t_{11}(0) - \frac{\partial t_{11}}{\partial x_{1}} \delta l] = \frac{\partial t_{11}}{\partial x_{1}} \cdot \delta V , \qquad (\text{III.1.15})$$

gdzie $\delta V = (2\delta l)^3$ - objętość sześcianu.



Rys.III.1.4. Siły działające w kierunku osi Ox_1 na ściankach prostopadłych do osi Ox_1 i Ox_2

Postępując w podobny sposób znajdziemy siły wypadkowe działające w kierunku osi Ox_1 na ściankach prostopadłych do osi Ox_2 i Ox_3

$$\frac{\partial t_{12}}{\partial x_2} \cdot \delta V \qquad \text{i} \qquad \frac{\partial t_{13}}{\partial x_3} \cdot \delta V \quad . \tag{III.1.16}$$

Sumując (III.1.15) i (III.1.16) otrzymujemy siłę działającą na cały sześcian w kierunku osi Ox_1

$$\left(\frac{\partial t_{11}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{12}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{13}}{\partial x_3}\right) \cdot \delta V \quad . \tag{III.1.17}$$

Zgodnie z drugim prawem Newtona ta siła jest związana z masą m i przyspieszeniem w kierunku osi Ox_1 sześcianu równaniem

$$\left(\frac{\partial t_{11}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{12}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{13}}{\partial x_3}\right) \cdot \delta V = m \frac{d^2 x_1}{dt^2} . \tag{III.1.18}$$

Oznaczając przez $\rho = m/\delta V$ - gęstość ciała, otrzymujemy równanie ruchu elementu objętościowego δV w kierunku osi Ox_1

$$\frac{\partial t_{11}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{12}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{13}}{\partial x_3} = \rho \frac{d^2 x_1}{dt^2} . \qquad \text{(III.1.19a)}$$

W podobny sposób otrzymujemy następujące równania ruchu elementu objętościowego δV w kierunku osi Ox_2 i Ox_3

$$\frac{\partial t_{21}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{22}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{23}}{\partial x_3} = \rho \frac{d^2 x_2}{dt^2} , \qquad (\text{III.1.19b})$$

$$\frac{\partial t_{31}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{32}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{33}}{\partial x_3} = \rho \frac{d^2 x_3}{dt^2} . \qquad \text{(III.1.19c)}$$

Trzy równania (III.1.19) możemy zapisać w postaci jednego równania

$$\frac{\partial t_{i1}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{i2}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{i3}}{\partial x_3} = \rho \frac{d^2 x_i}{dt^2}, \qquad (i = 1, 2, 3) . \tag{III.1.20a}$$

Jeżeli oprócz sił powierzchniowych na sześcian działają również siły masowe F_{im} , to uogólnieniem równania (III.1.20a) będzie równanie

$$\frac{\partial t_{i1}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{i2}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{i3}}{\partial x_3} + F_{im} = \rho \frac{d^2 x_i}{dt^2}, \qquad (i = 1, 2, 3) . \tag{III.1.20b}$$

Równania (III.1.20) są **fundamentalnymi równaniami teorii sprężystości**. W przypadku gdy $d^2x_i/dt^2 = 0$, ze wzoru (III.1.20b) otrzymujemy równanie, które powinny spełniać składowe

tensora naprężenia dla tego żeby wszystkie części ciała znajdowały się w stanie równowagi statycznej

$$\frac{\partial t_{i1}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{i2}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{i3}}{\partial x_3} + F_{im} = 0, \qquad (i = 1, 2, 3) \quad . \tag{III.1.21}$$

Równanie (III.1.21) nosi nazwę równania równowagi ciała.

Przykład III.1.1. Udowodnimy, że przy odpowiednim wyborze osi współrzędnych naprężenie może być przedstawiono jako suma naprężenia hydrostatycznego i naprężenia, którego wszystkie składowe przekątne równe zeru (naprężenia ścinające).

Przedstawmy tensor naprężenia t_{ij} w postaci

$$t_{ij} = t \cdot \delta_{ij} + \tau_{ij} , \qquad (\text{III.1.22a})$$

gdzie

$$t = \frac{1}{3}(t_{11} + t_{22} + t_{33})$$
(III.1.22b)

jest śladem tensora naprężenia t_{ij} .

Naprężenie $(t \cdot \delta_{ij})$ nosi nazwę naprężenia hydrostatycznego, ponieważ pozostaje przy transformacji osi współrzędnych niezmienione. Tensor τ_{ij} posiada taką właściwość, że, jak wynika ze wzoru (III.1.22a), ślad (suma przekątnych elementów macierzy τ_{ij}) jest równa zeru. Łatwo wykazać, że ślad tensora drugiego rzędu jest niezmiennikiem (inwariantem) względem przekształceń osi współrzędnych. Skorzystamy właśnie z tej właściwości śladu tensora drugiego rzędu.

Tensor τ_{ij} podobnie do tensora t_{ij} jest tensorem symetrycznym ($\tau_{ij} = \tau_{ji}$), a zatem zawsze możemy sprowadzić go do układu osi głównych

$$\begin{bmatrix} \tau_1 & 0 & 0 \\ 0 & \tau_2 & 0 \\ 0 & 0 & \tau_3 \end{bmatrix} .$$
(III.1.23)

Ponieważ ślad tensora τ_{ij} jest równy zeru, spośród głównych składowych τ_1 , τ_2 , τ_3 tensora τ_{ij} muszą być dodatnie i ujemnie składowe. Przypuśćmy, że $\tau_1 < 0$, a $\tau_2 > 0$. Obróćmy teraz

układ osi głównych Ox_1 , Ox_2 , Ox_3 tensora τ_{ij} o kąt \emptyset dookoła osi Ox_3 . Nowe składowe tensora τ'_{ij} , odniesione do osi Ox'_1 , Ox'_2 , $Ox'_3 \equiv Ox_3$ znajdziemy stosując wzory (II.1.23)

$$\tau_{11}' = \alpha_{1'1} \alpha_{1'1} \tau_1 + \alpha_{1'2} \alpha_{1'2} \tau_2 = \tau_1 \cos^2 \varphi + \tau_2 \sin^2 \varphi , \qquad (\text{III.1.24a})$$

$$\tau'_{22} = \alpha_{2'1} \alpha_{2'1} \tau_1 + \alpha_{2'2} \alpha_{2'2} \tau_2 = \tau_1 \sin^2 \varphi + \tau_2 \cos^2 \varphi \quad , \tag{III.1.24b}$$

$$\tau_{12}^{\prime} = \alpha_{1'1} \alpha_{2'1} \tau_1 + \alpha_{1'2} \alpha_{2'2} \tau_2 = -\tau_1 \cos\varphi \sin\varphi + \tau_2 \cos\varphi \sin\varphi , \quad \text{(III.1.24c)}$$

 $\tau'_{13} = \tau'_{23} = 0, \qquad \tau'_{33} = \tau_3, \qquad (III.1.24d)$

Równania (III.1.24) możemy zapisać w następujący sposób

$$\tau_{11}^{\prime} = \frac{1}{2}(\tau_1 + \tau_2) - \frac{1}{2}(\tau_2 - \tau_1) \cdot \cos 2\varphi \quad , \qquad (\text{III.1.25a})$$

$$\tau'_{22} = \frac{1}{2}(\tau_1 + \tau_2) + \frac{1}{2}(\tau_2 - \tau_1) \cdot \cos 2\varphi \quad , \tag{III.1.25b}$$

$$\tau'_{12} = \frac{1}{2}(\tau_2 - \tau_1) \cdot \sin 2\phi$$
, (III.1.25c)

Ze wzoru (III.1.25a) widzimy, że jeżeli wybierzemy kąt Ø tak, żeby było spełnione równanie

$$\cos 2\varphi = \frac{\tau_1 + \tau_2}{\tau_2 - \tau_1}$$
, (III.1.26)

to

$$\tau'_{11} = 0, \qquad \tau'_{22} = \tau_1 + \tau_2, \qquad \tau'_{12} = \sqrt{|\tau_1 \cdot \tau_2|} = \tau .$$
 (III.1.27)

Zatem po obrocie układu współrzędnych o kąt θ (III.1.26) tensor τ'_{ij} przyjmuje postać

$$\begin{bmatrix} 0 & \tau & 0 \\ \tau & -\tau_3 & 0 \\ 0 & 0 & \tau_3 \end{bmatrix}.$$
 (III.1.28)

Obróćmy teraz układ współrzędnych Ox_1' , Ox_2' , Ox_3' o kąt γ dookoła osi Ox_1' . Znów stosując wzory (II.1.23) otrzymujemy

$$\tau_{11}^{''} = 0, \qquad \tau_{22}^{''} = -\tau_{33}^{''} = -\tau_{3} \cos 2\gamma, \qquad \text{(III.1.29)}$$

$$\tau_{12}^{''} = \tau \cos\gamma, \qquad \tau_{13}^{''} = -\tau \sin\gamma, \qquad \tau_{23}^{''} = \tau_{3} \sin 2\gamma.$$

Ze wzorów (III.1.29) znajdujemy, że przy $\gamma = \pi / 2$ w układzie współrzędnych $Ox_1'' = Ox_1'$, Ox_2'' , Ox_3'' tensor τ_{ij}'' ma postać

$$\begin{bmatrix} 0 & \tau / \sqrt{2} & -\tau / \sqrt{2} \\ \tau / \sqrt{2} & 0 & \tau_{3} \\ -\tau / \sqrt{2} & \tau_{3} & 0 \end{bmatrix} .$$
 (III.1.30)

Wykazaliśmy więc, że dla dowolnego naprężenia zawsze istnieje układ współrzędnych (Ox_1'' , Ox_2'' , Ox_3'') w którym naprężenie może być przedstawiono jako suma naprężenia hydrostatycznego i naprężenia ścinającego.

Przykład III.1.2. Na końcu długiego pionowo umocowanego pręta jest zawieszony ciężar. W określonym układzie współrzędnych Ox_1 , Ox_2 , Ox_3 kierunek osi pręta ma składowe n_1 , n_2 , n_3 ($|\vec{n}| = 1$). Znajdziemy postać tensora naprężenia w układzie Ox_1 , Ox_2 , Ox_3 .

Wybierzemy układ współrzędnych Ox_1' , Ox_2' , Ox_3' oś Ox_3' którego pokrywa się z kierunkiem działania pary sił, spowodowanych zawieszonym na pręcie ciężarze. W wybranym "primowanym" układzie współrzędnych tensor naprężenia t_{ij}' będzie miał postać

$$\begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & t \end{bmatrix} .$$
(III.1.31)

Tu $(t \cdot \Delta S)$ jest siłą, która działa na pręt ze strony ciężaru $(\Delta S - \text{pole powierzchni przekroju pręta}).$

Żeby znaleźć postać tensora naprężenia t_{ij} w układzie "nieprimowanym" Ox_1 , Ox_2 , Ox_3 , skorzystamy z prawa transformacji tensora drugiego rzędu (patrz wzór (II.1.23))

$$t_{ij} = \alpha_{3'i} \alpha_{3'j} t_{33}' \equiv \alpha_{3'i} \alpha_{3'j} \cdot t$$

Uwzględniając, że

$$\alpha_{3'_i} = (\vec{e}_3' \cdot \vec{e}_i) = (\vec{n} \cdot \vec{e}_i) = n_i$$

otrzymujemy tensor naprężenia t_{ij} w układzie współrzędnych Ox_1 , Ox_2 , Ox_3

$$t \begin{bmatrix} n_1^2 & n_1 n_2 & n_1 n_3 \\ n_1 n_2 & n_2^2 & n_2 n_3 \\ n_1 n_3 & n_2 n_3 & n_3^2 \end{bmatrix} .$$
(III.1.32)

Zadania do § III.1

1. Wykazać, że wielkości t_{ij} (III.1.3) określające siły działające na mały element objętościowy tworzą tensor drugiego rzędu.

2. Udowodnić wzory (III.1.10), (III.1.11), (III.1.12) i (III.1.13).

3. Naprężenia występujące w krysztale określa tensor naprężenia

$$\begin{bmatrix} t_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} t_{11} & t_{12} & 0 \\ t_{21} & t_{22} & 0 \\ 0 & 0 & t_{33} \end{bmatrix}$$

Obliczyć naprężenie normalne t_n i styczne t_s działające na mały element powierzchni δS , w przypadku gdy wektor prostopadły do powierzchni δS leży w płaszczyźnie x_1Ox_2 i tworzy kąt α z osią Ox_1 .

Odpowiedź: $t_n = t_{11} \cos^2 \alpha + t_{22} \sin^2 \alpha + t_{12} \sin 2\alpha$; $t_s = (t_{22} - t_{11}) \sin 2\alpha + t_{12} \cos 2\alpha$.

4. Tensor naprężenia jednorodnego występującego w krysztale ma postać: $t_{11} = t_{22}/2 = t_{33}/3 = 10N/cm^2$; $t_{12} = -5N/cm^2$; $t_{13} = t_{23} = 0$. Obliczyć: (a) wartości maksymalnego i minimalnego naprężenia normalnego; (b) kierunki jednostkowych wektorów prostopadłych do płaszczyzn na które działają maksymalne i minimalne naprężenia normalne. *Odpowiedź*: a) maksymalna wartość normalnego naprężenia jest równa $30N/cm^2$; minimalna wartość jest równa $7,9N/cm^2$; b) maksymalne normalne naprężenie działa na płaszczyznę prostopadłą do osi Ox_3 . Jednostkowy wektor $\vec{n}(0,384, 0925, 0)$ określa płaszczyznę na którą działa minimalne normalne naprężenie.

III.2 Tensory deformacji i odkształcenia

Żeby opisać odkształcenie (deformacje) ciała stałego wprowadźmy kartezjański układ współrzędnych. Przypuśćmy, że po deformacji ciała wszystkie punkty ciała przemieściły się w nowe położenia. Jeżeli dowolny punkt A w wyniku deformacji przemieści się do położenia A', to przemieszczenie punktu A możemy opisać wprowadzając **wektor przemieszczenia** $\vec{u}(\vec{r})$

$$\vec{u}(\vec{r}) = \vec{r}' - \vec{r}$$
, (III.2.1)

gdzie \vec{r} - wektor określający położenie punktu *A* przed deformacją, \vec{r}' - wektor określający położenie tego samego punktu po deformacji ciała. W ogólnym przypadku wektor przemieszczenia $\vec{u}(\vec{r})$ zależy od położenia punktu *A* w ciele, czyli zależy od \vec{r} .

Rozważmy teraz otoczenie punktu A o nieskończenie małej objętości (rys.III.2.1). Deformację tego małego otoczenia punktu A można traktować jako złożenie trzech ruchów: 1) przemieszczenie punktu A, wspólnie z jego otoczeniem, jako bryły sztywnej w punkt A'; 2) obrót otoczenia punktu A', jako bryły sztywnej, dookoła osi przechodzącej przez punkt A'; 3) zmiana postaci (odkształcenie) otoczenia punktu A', która składa się ze zmiany jego kształtu i objętości. Wszystkie trzy składowe deformacji ciała (otoczenia punktu) występują łącznie. Przemieszczenie punktu A wraz z otoczeniem określa wektor przemieszczenia (III. 2.1). Natomiast obrót ciała jako całości i jego odkształcenie, jak zobaczymy niżej, określone są przez pochodne wektora przemieszczenia $\vec{u}(\vec{r})$ względem współrzędnych x_i .



Rys.III.2.1. Deformacja otoczenia punktu A

Rozważmy dowolny punkt *B* z otoczenia punktu *A* położenie którego przed deformacją określa wektor $\vec{r} + \delta \vec{r}$. Jeżeli deformacje ciała są małe, to korzystając z rozwinięcia Taylora, składowe wektora deformacji $\vec{u}(\vec{r} + \delta \vec{r})$ punktu *B* możemy zapisać w postaci

$$u_i(\vec{r}+\delta\vec{r}) = u_i(\vec{r}) + \sum_{j=1,2,3} \frac{\partial u_i(\vec{r})}{\partial x_j} \cdot \delta x_j = u_i(\vec{r}) + e_{ij} \cdot \delta x_j . \quad (\text{III.2.2})$$

Tu przez e_{ij} oznaczyliśmy

$$e_{ij} = \frac{\partial u_i(\vec{r})}{\partial x_j} . \tag{III.2.3}$$

Ze wzoru (III.2.2) wynika, że składowe wektora przemieszczenia $\delta \vec{u}$ punktu *B* względem wybranego punktu *A* wynoszą

$$\delta u_i = u_i(\vec{r} + \delta \vec{r}) - u_i(\vec{r}) = e_{ij} \cdot \delta x_j \quad (\text{III.2.4})$$

W ogólnym przypadku wielkości e_{ij} są funkcjami współrzędnych x_i punktu A przed deformacją. Deformacje będziemy nazywali **jednorodnymi** jeżeli wielkości e_{ij} są stałe i nie zależą od współrzędnych x_i rozważanego punktu ciała.

W przypadku deformacji jednorodnej są słuszne twierdzenia [5,6]:

1) punkty znajdujące się na jednej płaszczyźnie, po deformacji znajdują się również na jednej płaszczyźnie.

 trzy punkty leżące na linii prostej przed deformacją ciała, po deformacji leżą również na linii prostej, która na ogół różni się od linii pierwotnej;

3) linie równoległe pozostają po deformacji ciała równoległymi względem siebie;

4) linie proste wykreślone w tym samym kierunku ulegają skróceniu lub wydłużeniu w tym samym stosunku;

5) punkty znajdujące się na powierzchni drugiego stopnia, po deformacji znajdują się również na powierzchni drugiego stopnia. Na przykład ciało w postaci kuli po deformacji może przyjąć tylko postać elipsoidy.

Dalej będziemy rozważali tylko deformacji jednorodne. Przy deformacji jednorodnej składowe wektora przemieszczenia dowolnego punktu znajdziemy mnożąc (III.2.3) przez dx_j i sumując otrzymane wyniki względem wskaźnika j

$$e_{ij} \cdot dx_j = \frac{\partial u_i(\vec{r})}{\partial x_j} dx_j \equiv du_i(\vec{r}) \quad . \tag{III.2.5a}$$

Po scałkowaniu wzory (III.2.5a) znajdujemy

$$u_i(\vec{r}) = u_i(0) + e_{ij} \cdot x_j$$
, (III.2.5b)

Tu $\vec{u}(0)$ jest przemieszczeniem punktu znajdującego się w początku układu współrzędnych; x_j są współrzędnymi dowolnego punktu do deformacji ciała. Wektor $\vec{u}(0)$ określa przemieszczenie ciała jako ciała sztywnego. Odkształcenia ciała opisuje drugi wyraz w (III. 2.5b). Pomijając składowe wektora $\vec{u}(0)$ we wzorze (III.2.5b) i biorąc pod uwagę wzór (III. 2.1) mamy

$$x_i' = x_i + e_{ij} \cdot x_j$$
 (III.2.6)

Wielkości e_{ij} określające w jednoznaczny sposób małe przemieszczenia punktu ciała wskutek deformacji tworzą tensor drugiego rzędu, który nosi nazwę **tensora deformacji.** W ogólnym przypadku ten tensor nie jest tensorem symetrycznym ($e_{ij} \neq e_{ji}$). Jednak dowolny tensor drugiego rzędu zawsze można przedstawić w postaci sumy tensora symetrycznego i antysymetrycznego. Istotnie

$$e_{ij} = \frac{1}{2}(e_{ij} + e_{ji}) + \frac{1}{2}(e_{ij} - e_{ji}) \equiv r_{ij} + \omega_{ij} .$$
(III.2.7)

Tensor

$$r_{ij} = \frac{1}{2}(e_{ij} + e_{ji})$$
(III.2.8)

jest tensorem symetrycznym i nosi nazwę **tensora odkształcenia**. Tensor

$$\omega_{ij} = \frac{1}{2} (e_{ij} - e_{ji})$$
(III.2.9)

jest tensorem antysymetrycznym i w przypadku deformacji jednorodnej opisuje czysty obrót (bez odkształcenia) ciała jako ciała sztywnego [5,6]. Łatwo udowodnić to twierdzenie przypuszczając na chwile, że tensor deformacji zawiera tylko część antysymetryczną: $e_{ij} = \omega_{ij}$. Antysymetryczny tensor ω_{ij} ma zerowe elementy przekątne. Korzystając ze wzoru (III.2.6) możemy zapisać

$$x_1' - x_1 = \omega_{13} x_3 - \omega_{21} x_2$$
, (III.2.10a)

$$x_2' - x_2 = \omega_{21} x_1 - \omega_{32} x_3$$
, (III.2.10b)

$$x_3' - x_3 = \omega_{32} x_2 - \omega_{13} x_1$$
, (III.2.10c)

albo w postaci wektorowej

$$\vec{r}' - \vec{r} = [\vec{\omega} \times \vec{r}] . \tag{III.2.11}$$

Z mechaniki ciała sztywnego wiemy, że wektor przemieszczenia $[\vec{\omega} \times \vec{r}]$ opisuje obrót wektora \vec{r} dookoła osi określonej wektorem $\vec{\omega}$, czyli obrót ciała jako całości bez odkształcenia. Kąt obrotu ciała dookoła osi Ox_3 określa składowa $\omega_3 \equiv \omega_{21}$ wektora $\vec{\omega}$ albo składowa ω_{21} tensora antysymetrycznego ω_{ij} . Składowa $\omega_2 \equiv \omega_{13}$ określa obrót ciała o kat ω_{13} dookoła osi Ox_2 , a składowa $\omega_1 \equiv \omega_{32}$ - obrót o kąt ω_{32} dookoła osi Ox_1 . Tensor antysymetryczny ω_{ij} opisuje zatem obrót ciała jako ciała sztywnego bez zmiany wzajemnych odległości między dowolnymi punktami ciała. Odkształcenia ciała wskutek deformacji określa wyłącznie symetryczny tensor odkształcenia r_{ij} (III.2.8), a więc jeżeli interesują nas tylko odkształcenia ciała związane z deformacją możemy pominąć tensor ω_{ij} we wzorze (III.2.7) i zapisać (III.2.6) w postaci

$$x'_{i} = x_{i} + r_{ij} \cdot x_{j}$$
 (III.2.12)

Żeby uzmysłowić sobie znaczenie geometryczne składowych tensora odkształcenia r_{ij} rozważmy odkształcenie dwóch narysowanych na nie zdeformowanym ciele odcinków równoległych do osi Ox_1 i Ox_2 (rys.III.2.2). Po deformacji ciała punkty A i B tych odcinków przejdą w punkty A' i B', współrzędne których zgodnie z (III.2.12) są równe

$$x_1(A') = x_1(A) \cdot (1 + r_{11}), \qquad x_2(A') = x_1(A) \cdot r_{21}, \qquad (\text{III.2.13})$$

$$x_2(B') = x_2(B) \cdot (1 + r_{22}), \qquad x_2(B') = x_2(B) \cdot r_{12}$$
. (III.2.14)

Ze wzorów (III.2.13) i (III.2.14) wynika, że składowe diagonalne tensora deformacji r_{11} i r_{22} odpowiadają przypadającym na jednostkę długości rozciągnięciom równoległym do kierunków Ox_1 i Ox_2 . Natomiast składowe r_{12} (r_{21}) są miarą odkształceń ścinających

$$\mathrm{tg}\theta \approx \frac{r_{21}}{(1+r_{11})} \; ;$$

skąd dla małych odkształceń ($r_{11} << 1$) mamy

$$\theta \approx r_{21}$$
 (III.2.15)

W podobny sposób można wykazać, że składowa r_{33} określa wydłużenie ciała wzdłuż osi Ox_3 , a składowa r_{12} i r_{23} są miarą wielkości odkształceń ścinających. Na przykład, jeżeli dwa odcinki prostej narysujemy na nie zdeformowanym ciele równoległe do osi Ox_1 i Ox_3 , to po dokonaniu deformacji kąt między nimi będzie równy $90^{0} - 2r_{12}$.

Tensor deformacji r_{ij} jest tensorem symetrycznym, a zatem zawsze możemy znaleźć taki układ współrzędnych w którym tensor r_{ij} ma niezerowe tylko przekątne elementy. Oznacza to, że w tym układzie głównych osi tensora r_{ij} odkształcenie ciała możemy opisać jako wydłużenie wzdłuż trzech wzajemnie prostopadłych osi. Jeżeli z kryształu wytniemy sześcian ze ścianami prostopadłymi do osi głównych tensora r_{ij} , to po deformacji sześcian przejdzie w prostopadłościan.



Rys.III.2.2. Odkształcenie dwóch odcinków równoległych do osi Ox_1 i Ox_2

W ogólnym przypadku tensor r_{ij} jest tensorem pola i nie podlega więc ograniczeniom narzucanym zasadą Neumanna. Wyjątkiem są deformacje ciała spowodowane zmianą jego temperatury. Z doświadczeń wynika, że przy zmianie temperatury ciała o ΔT jednorodne deformacje ciała określa wzór (patrz tablicę II.1)

$$r_{ij} = \alpha_{ij} \Delta T \quad . \tag{III.2.16}$$

Tu tensor deformacji r_{ij} po prostu pokrywa się z tensorem rozszerzalności cieplnej α_{ij} , który jest tensorem materii i powinien spełniać zasadę Neumanna.

Przykład III.2.1. Względny przyrost objętości związany z deformacją ciała nazywamy rozszerzalnością. Wykażemy, że rozszerzalność określa wzór

$$\delta = \frac{V' - V}{V} = r_{11} + r_{22} + r_{33} . \qquad \text{(III.2.17)}$$

Tu V - objętość ciała do deformacji, a V' - objętość ciała po deformacji.

Rozpatrzmy jednostkowy sześcian i niech krawędzie sześcianu są równoległe do jednostkowych wektorów $\vec{e}_1, \vec{e}_2, \vec{e}_3$ układu współrzędnych Ox_1, Ox_2, Ox_3 . Podczas odkształcenia jednorodnego krawędzie sześcianu zmienią kierunek i długości. Wyrazimy teraz nowe krawędzie sześcianu $\vec{e}_1', \vec{e}_2', \vec{e}_3'$ za pomocą poprzednich ($\vec{e}_1, \vec{e}_2, \vec{e}_3$). Wektor \vec{e}_1 (1,00) po deformacji ciała przechodzi w wektor \vec{e}_1' , współrzędne którego zgodnie z (III.2.12) są równe

$$(1 + r_{11}, r_{21}, r_{31})$$
,

czyli w postaci wektorowej

$$\vec{e}_1' = (1 + r_{11})\vec{e}_1 + r_{21}\vec{e}_2 + r_{31}\vec{e}_3$$
. (III.2.18a)

W podobny sposób znajdziemy

$$\vec{e}_2' = r_{12}\vec{e}_1 + (1 + r_{22})\vec{e}_2 + r_{32}\vec{e}_3$$
 (III.2.18b)

$$\vec{e}_3' = r_{13}\vec{e}_1 + r_{23}\vec{e}_2 + (1 + r_{33})\vec{e}_3$$
. (III.2.18c)

Zgodnie ze znanym wzorem na objętość równoległościanu o krawędziach $\vec{a}, \vec{b}, \vec{c}$

$$V = \vec{a} \cdot [\vec{b} \times \vec{c}] ,$$

objętość jednostkowego sześcianu po odkształceniu przyjmuje wartość

$$V' = \vec{e}_1' \cdot [\vec{e}_2' \times \vec{e}_3'] . \tag{III.2.19}$$

Podstawiając wzory (III.2.18) do wzoru (III.2.19) i pomijając iloczyny dwóch składowych tensora r_{ij} otrzymujemy

$$V' \approx 1 + r_{11} + r_{22} + r_{33}$$
.

Zatem rozszerzalność δ dana jest przez wyrażenie (III.2.17).

Przykład III.2.2. Podczas odkształcenia ciał w postaci jednostkowego sześcianu ($1 \times 1 \times 1$ cm^3) przemieszczenie dowolnego punktu o współrzędnych x_1, x_2, x_3 wynosi

$$u_{1} = (4x_{1} + 3x_{2} - 5x_{3}) \cdot 10^{-4} cm ,$$

$$u_{2} = (7x_{1} - 13x_{2} + 4x_{3}) \cdot 10^{-4} cm ,$$

$$u_{3} = (9x_{1} - 2x_{2} + 4x_{3}) \cdot 10^{-4} cm .$$

Wyznaczmy zmiany kątów między krawędziami sześcianu i względny przyrost objętości (rozszerzalność) ciała po deformacji.

Zgodnie ze wzorami (III.2.6), (III.2.8) i (III.2.9) tensory e_{ij}, r_{ij} i ω_{ij} mają postaci

$$\begin{bmatrix} e_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 4 & 3 & -5 \\ 7 & -13 & 4 \\ 9 & -2 & 4 \end{bmatrix} \cdot 10^{-4} ,$$
$$\begin{bmatrix} r_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 4 & 5 & 2 \\ 5 & -13 & 1 \\ 2 & 1 & 4 \end{bmatrix} \cdot 10^{-4} ,$$
$$\begin{bmatrix} \omega_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 0 & -2 & -7 \\ 2 & 0 & 3 \\ 7 & -3 & 0 \end{bmatrix} \cdot 10^{-4} .$$

Zmiany kątów między krawędziami jednostkowego sześcianu określają niediagonalne składowe tensora deformacji r_{ij} . Kąt między krawędziami równoległymi do osi Ox_1 i Ox_2 będzie równy (90⁰ – $2r_{12}$). Czyli zmiana kąta jest równa $2r_{12} = 10^{-3} rad = 3,42'$. Kąt między krawędziami równoległymi do osi Ox_1 i Ox_3 będzie równy (90⁰ – $2r_{13}$), a zmiana kąta jest równa $2r_{13} = 4 \cdot 10^{-4} rad = 1,2'$. Zmiana kąta między krawędziami równoległymi do osi Ox_2 i Ox_3 wynosi $2r_{23} = 2 \cdot 10^{-4} rad = 0,68'$. Rozszerzalność, zgodnie z (III.2.17) jest równa

$$\delta = (r_{11} + r_{22} + r_{33}) = -5 \cdot 10^{-4} .$$

Przykład III.2.3. Trzy wektory $\vec{b}_1, \vec{b}_2, \vec{b}_3$ określające położenia trzech punktów A, B, C w ciele stałym są równoległe do wzajemnie prostopadłych jednostkowych wektorów $\vec{e}_1, \vec{e}_2, \vec{e}_3$.

W wyniku deformacji ciała punkty A, B, C przemieści się do nowych położeń, określonych przez wektory $\vec{b}_1', \vec{b}_2', \vec{b}_3'$. Wykażemy, że składowe tensora odkształcenia r_{ij} można wyrazić wzorem

$$2r_{ij} = \frac{(\vec{b}_i' \cdot \vec{b}_j') - (\vec{b}_i \cdot \vec{b}_j)}{\left| \vec{b}_i \right| \cdot \left| \vec{b}_j \right|} .$$
(III.2.20)

Rozpatrzmy wektor \vec{b}_1 , który łączy punkty (0,0,0) i ($b_1 = |\vec{b}_1|, 0, 0$). Współrzędne tych punktów, zgodnie z (III.2.12), są po deformacji równe: (0,0,0) i ($b_1 + r_{11}b_1, r_{21}b_1, r_{31}b_1$). Wektor \vec{b}_1^{\prime} więc ma postać

$$\vec{b}_1' = b_1[(1+r_{11}) \cdot \vec{e}_1 + r_{21}\vec{e}_2 + r_{31}\vec{e}_3]$$
 (III.2.21a)

W podobny sposób otrzymujemy

$$\vec{b}_2' = b_2[r_{12}\vec{e}_1 + (1 + r_{22}) \cdot \vec{e}_2 + r_{32}\vec{e}_3]$$
 (III.2.21b)

$$\vec{b}_3' = b_3[r_{13}\vec{e}_1 + r_{23}\vec{e}_2 + (1 + r_{33}) \cdot \vec{e}_3]$$
 (III.2.21c)

Skąd z dokładnością do wyrazów liniowych względem składowych tensora r_{ij} mamy

$$(\vec{b}_i^{\prime} \cdot \vec{b}_i^{\prime}) = b_i^2 (1 + 2r_{ii}) \equiv (\vec{b}_i \cdot \vec{b}_i) + \left|\vec{b}_i\right|^2 \cdot 2r_{ii} , \qquad (\text{III.2.22})$$

$$(\vec{b}_{i}^{\prime} \cdot \vec{b}_{j}^{\prime}) = b_{i}b_{j}(r_{ij} + r_{ji}) \equiv \left|\vec{b}_{i}\right| \cdot \left|\vec{b}_{j}\right| \cdot 2r_{ij} , \quad (i \neq j) . \quad (\text{III.2.23})$$

Ponieważ $(\vec{b}_i \cdot \vec{b}_j) = 0$, jeżeli $i \neq j$, wzór (III.2.23) możemy zapisać również jako

$$(\vec{b}_i' \cdot \vec{b}_j') = (\vec{b}_i \cdot \vec{b}_j) + |\vec{b}_i| \cdot |\vec{b}_j| \cdot 2r_{ij}, \quad (i \neq j).$$
 (III.2.24)

Łatwo widzieć, że teraz wzór (III.2.24) obejmuje również i wzór (III.2.22), a zatem

$$2r_{ij} = \frac{(\vec{b}_i' \cdot \vec{b}_j') - (\vec{b}_i \cdot \vec{b}_j)}{\left| \vec{b}_i \right| \cdot \left| \vec{b}_j \right|} .$$

Przykład III.2.4. Sieć przestrzenna chlorku cezu *CsCl* jest prostą siecią regularną (rys.III.2.3). Prosta baza zawiera dwa atomy: atom cezu w położeniu (0,0,0) i atom chloru w położeniu (1/2,1/2,1/2). Po deformacji chlorku cezu tensor odkształcenia ma postać diagonalną: $r_{11} \neq r_{22} \neq r_{33}$ $(r_{ij} = 0 \text{ przy } i \neq j)$. Obliczymy: (a) odległości między atomom chloru i najbliższymi atomami cezu w komórce elementarnej i (b) kąty między wiązaniami $Cs_1 - Cl$ i $Cs_2 - Cl$ oraz między wiązaniami $Cs_1 - Cl$ i $Cs_3 - Cl$ (rys.III.2.3) po deformacji CsCl.

Niech \vec{a}_1 , \vec{a}_2 , \vec{a}_3 są wektory translacji sieci krystalicznej *CsCl* do deformacji kryształu ($|\vec{a}_1| = |\vec{a}_2| = |\vec{a}_3| = a$). Wtedy wektory \vec{R}_i (*i* = 1,2,...,8) łączące atom chloru z atomami cezu możemy zapisać jako (patrz rys.III.2.3)

$$\vec{R}_1 = -\vec{R}_6 = -\frac{1}{2}\vec{a}_1 - \frac{1}{2}\vec{a}_2 + \frac{1}{2}\vec{a}_3$$
, (III.2.25a)

$$\vec{R}_2 = -\vec{R}_7 = -\frac{1}{2}\vec{a}_1 + \frac{1}{2}\vec{a}_2 + \frac{1}{2}\vec{a}_3$$
, (III.2.25b)

$$\vec{R}_3 = -\vec{R}_8 = \frac{1}{2}\vec{a}_1 + \frac{1}{2}\vec{a}_2 + \frac{1}{2}\vec{a}_3$$
, (III.2.25c)

$$\vec{R}_4 = -\vec{R}_5 = \frac{1}{2}\vec{a}_1 - \frac{1}{2}\vec{a}_2 + \frac{1}{2}\vec{a}_3$$
 (III.2.25d)



Rys.III.2.3. Komórka elementarna CsCl

Łatwo obliczyć, że przed deformacją długości wektorów \vec{R}_i są równe

$$\left|\vec{R}_{i}\right| = \frac{\sqrt{3}}{2}a$$
 (III.2.26)

Po deformacji kryształu wektory translacji \vec{a}_i zmieniają swoje kierunki i długości i przechodzą w wektory \vec{a}'_i . Zgodnie ze wzorem (III.2.20) dla iloczynu skalarnego $(\vec{a}'_i \cdot \vec{a}'_j)$ możemy zapisać

$$(\vec{a}'_i \cdot \vec{a}'_j) = (2r_{ij} + \delta_{ij}) \cdot a^2$$
, (III.2.27)

gdzie δ_{ij} jest symbolem Kroneckera.

Niediagonalne elementy tensora odkształceń r_{ij} są równe zero, a zatem ze wzoru (III.2.27) otrzymujemy, że po deformacji kryształu wektory translacji \vec{a}_i^{\prime} znów tworzą trójkę wzajemnie prostopadłych wektorów. Więc po deformacji komórka elementarna chlorku cezu przekształca się w prostopadłościan, długości krawędzie którego, zgodnie z (III.2.27), wynoszą

$$\left| \vec{a}_{1}^{\prime} \right|^{2} = (1 + 2r_{11}) \cdot a^{2}$$
, (III.2.28a)

$$\left|\vec{a}_{2}\right|^{2} = (1 + 2r_{22}) \cdot a^{2}$$
, (III.2.28b)

$$\left|\vec{a}_{3}^{\prime}\right|^{2} = (1 + 2r_{33}) \cdot a^{2}$$
 (III.2.28c)

Zgodnie ze wzorami (III.2.25) po deformacji kryształu wektory \vec{R}_i , łączące atom chloru z atomami cezu przechodzą w wektory \vec{R}'_i i

$$\vec{R}_1' = -\vec{R}_6' = -\frac{1}{2}\vec{a}_1' - \frac{1}{2}\vec{a}_2' + \frac{1}{2}\vec{a}_3'$$
, (III.2.29a)

$$\vec{R}_2' = -\vec{R}_7' = -\frac{1}{2}\vec{a}_1' + \frac{1}{2}\vec{a}_2' + \frac{1}{2}\vec{a}_3'$$
, (III.2.29b)

$$\vec{R}_3' = -\vec{R}_8' = \frac{1}{2}\vec{a}_1' + \frac{1}{2}\vec{a}_2' + \frac{1}{2}\vec{a}_3'$$
, (III.2.29c)

$$\vec{R}_4' = -\vec{R}_5' = \frac{1}{2}\vec{a}_1' - \frac{1}{2}\vec{a}_2' + \frac{1}{2}\vec{a}_3'$$
 (III.2.29d)

Biorąc pod uwagę wzory (III.2.29), łatwo wykazać, że po deformacji kryształu odległości między atomami chloru i atomami cezu pozostają sobie równe i wynoszą

$$\begin{aligned} \left| \vec{R}_{i}^{\prime} \right| &= \frac{1}{2} \sqrt{\left(\vec{a}_{1}^{\prime} \cdot \vec{a}_{1}^{\prime} \right)^{2} + \left(\vec{a}_{2}^{\prime} \cdot \vec{a}_{2}^{\prime} \right)^{2} + \left(\vec{a}_{3}^{\prime} \cdot \vec{a}_{3}^{\prime} \right)} \\ &= \left| \vec{R}_{i} \right| \cdot \sqrt{1 + \frac{2}{3} \left(r_{11} + r_{22} + r_{33} \right)} \end{aligned}$$
(III.2.30)

Tu $|\vec{R}_i|$ jest określone wzorem (III.2.26).

Obliczymy teraz kąty miedzy wektorami \vec{R}_1' i \vec{R}_2' (kąt θ_{12}') oraz wektorami \vec{R}_2' i \vec{R}_3' (kąt θ_{23}'). Uwzględniając wzory (III.2.29) mamy

$$(\vec{R}_1' \cdot \vec{R}_2') = \left| \vec{R}_1' \right\| \vec{R}_2' \left| \cos \theta_{12}' \right| = (\frac{a}{2})^2 [1 + 2(r_{11} - r_{22} + r_{33})], \quad (\text{III.2.31})$$

$$(\vec{R}_2' \cdot \vec{R}_3') = \left| \vec{R}_2' \right\| \vec{R}_3' \left| \cos \theta_{23}' \right| = (\frac{a}{2})^2 [1 + 2(-r_{11} + r_{22} + r_{33})], \quad (\text{III.2.32})$$

Skąd wynika, że

$$\cos\theta_{12}' = \frac{1+2(r_{11}-r_{22}+r_{33})}{3+2(r_{11}+r_{22}+r_{33})}, \qquad \text{(III.2.33)}$$

$$\cos\theta_{23} = \frac{1+2(-r_{11}+r_{22}+r_{33})}{3+2(r_{11}+r_{22}+r_{33})} .$$
(III.2.34)

Przed deformacją kryształu kąty między wektorami \vec{R}_1 i \vec{R}_2 (kąt θ_{12}) oraz wektorami \vec{R}_2 i \vec{R}_3 (kąt θ_{23}) są sobie równe i wynoszą

$$\cos\theta_{12} = \cos\theta_{23} = \frac{1}{3}$$
 (III.2.35)

Z porównania wzorów (III.2.33), (III.2.34) i (III.2.35) widzimy, że po deformacji kryształu kąty między wiązaniami $Cs_1 - Cl$ i $Cs_2 - Cl$ oraz między $Cs_2 - Cl$ i $Cs_3 - Cl$ nie są już sobie równe.

Zadania do § III.2

1. Odkształcenie ciała, które miało przed deformacją postać kuli o promieniu 1 cm określa tensor odkształcenia

$$[r_{ij}] = \begin{bmatrix} 1 & 0 & 0 \\ 0 & -4 & 0 \\ 0 & 0 & 8 \end{bmatrix} \cdot 10^{-4}$$

Wykazać, że po deformacji ciało przyjmuje postać elipsoidy półosie której są równe: 1,001 cm; 0,996 cm; 0,992 cm.

2. Tensor deformacji e_{ij} ciała w pewnym układzie ma postać

$$\begin{bmatrix} e_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 8 & -1 & -3 \\ 1 & 12 & 0 \\ -5 & 0 & 2 \end{bmatrix} \cdot 10^{-6}$$

Obliczyć tensor odkształcenia $[r_{ij}]$, tensor obrotów ciała $[\omega_{ij}]$, główny układ współrzędnych i główne wartości (główne deformacje) tensora $[r_{ij}]$.

Odpowiedź: główny układ współrzędnych tensora $[r_{ij}]$ otrzymujemy przez obrót układu krystalofizycznego o kąt 26°34′ dookoła osi Ox_2 w kierunku od osi Ox_3 do osi Ox_1 ; główne deformacje są równe: $r_1 = 10^{-5}$, $r_2 = 1,2 \cdot 10^{-5}$, $r_3 = 0$.

3. Deformację ciała opisuje tensor odkształcenia

$$[r_{ij}] = \begin{bmatrix} 1 & 0 & 0 \\ 0 & -4 & 0 \\ 0 & 0 & 8 \end{bmatrix} \cdot 10^{-4} .$$

Znaleźć trzy wzajemnie prostopadłe kierunki w ciele, które i po deformacji ciała pozostają wzajemnie prostopadłe.

Odpowiedź: $\vec{n}_1(0,8945; 0; -0,447); \vec{n}_2(0; 1; 0); \vec{n}_3(0,4470; 0; 0,8945)$.

4. Sieć przestrzenna germanu (*Ge*) jest siecią regularną powierzchniowo centrowaną. Prosta baza zawiera dwa atomy *Ge* w położeniach (*0;0;0*) i (1/4;1/4;1/4). Komórka elementarna germanu ma więc osiem atomów *Ge* w położeniach: *Ge*₁ - (0;0;0); *Ge*₂ - (1/2;1/2;0); *Ge*₃ - (1/2;0;1/2); *Ge*₄ - (0;1/2;1/2); *Ge*₅ - (1/4;1/4;1/4); *Ge*₆ - (3/4;3/4;1/4); *Ge*₇ - (3/4;1/4;3/4); *Ge*₈ - (1/4;3/4;3/4). Atom germanu z numerem 5 ma wokół siebie cztery atomy *Ge* z numerami 1÷ 4, umieszczone w narożach tetraedru. Po deformacji germanu tensor odkształcenia ma postać

$$\begin{bmatrix} r_{ij} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} r_{11} & 0 & 0 \\ 0 & r_{11} & 0 \\ 0 & 0 & r_{33} \end{bmatrix} .$$

Obliczyć: (a) odległości między atomom Ge_5 i otaczającymi go atomami do i po deformacji ciała; (b) kąty między wektorami łączącymi atom Ge_5 z atomami Ge_i (*i*=1,2,3,4) przed i po deformacji ciała.

Odpowiedź: (a) do deformacji ciała odległości między atomom *Ge*₅ i otaczającymi go atomami $|\vec{R}_{5i}|$ (*i*=1,2,3,4) są sobie równe i wynoszą $\sqrt{3}a/4$ (tu *a* jest stała komórki elementarnej); po deformacji ciała odległości te pozostają sobie równe i $|\vec{R}_{5i}| = |\vec{R}_{5i}| \cdot \sqrt{1 + 2(2r_{11} + r_{33})/3}$. (b) do deformacji kąty θ_{ij} między wektorami \vec{R}_{5i} i \vec{R}_{5j} ($i \neq j; i, j = 1,2,3,4$) są sobie równe i $\cos \theta_{ij} = -1/3$; po deformacji ciała: $\cos \theta_{12}' = \cos \theta_{34}' = -(1 + 4r_{11} - 2r_{33})/(3 + 4r_{11} + 2r_{33});$ $\cos \theta_{13}' = \cos \theta_{14}' = \cos \theta_{23}' = \cos \theta_{24}'$ $= -(1 + 2r_{33})/(3 + 4r_{11} + 2r_{33})$.

III.3 Prawo Hooke'a

Pod działaniem naprężeń ciało stałe zmienia swój kształt. Z doświadczeń wynika, że jeżeli wielkość naprężenia jest mniejsza od pewnej wartości, zwanej **granicą sprężystości**, to odkształcenie jest odwracalne i po usunięciu naprężenia ciało powraca do swego pierwotnego kształtu. Zaobserwowano dalej, że dla małych naprężeń wielkości odkształcenia są wprost proporcjonalne do wielkości przyłożonego naprężenia. Jeżeli mamy na przykład pręt rozciągany przez obciążenie tak, że naprężenie rozciągające wynosi t, to odkształcenie podłużne $r = \Delta l/l$, gdzie Δl oznacza przyrost długości pręta, a l- długość pierwotną, wynosi

$$r = s \cdot t , \qquad (\text{III.3.1})$$

gdzie *s* jest stałą i tą stałą nazywamy **współczynnikiem sprężystości** lub krótko **sprężystością**.

Doświadczalne udowodnione prawo (III.3.1) nosi nazwę **prawa Hooke'a**. Podkreślimy, że prawo Hooke'a jest słuszne tylko w przypadku małych naprężeń.

Wzór (III.3.1) możemy zapisać w inny sposób

$$t = \frac{1}{s}r \equiv c \cdot r \quad , \tag{III.3.2}$$

gdzie c = 1/s nazywamy współczynnikiem sztywności lub sztywnością. Z podstaw fizyki stałą c jest znana pod nazwą modułu Younga lub modułu sprężystości.

Uogólnione prawo Hooke'a stwierdza, że przyłożone do kryształu jednorodne naprężenie t_{ij} , wywołuje jednorodne odkształcenie r_{kl} takie, że każda składowa tensora odkształceń r_{kl} związana jest ze wszystkimi składowymi tensora naprężeń t_{ij} , czyli

$$r_{ij} = \sum_{k,l} s_{ijkl} \cdot t_{kl} \equiv s_{ijkl} \cdot t_{kl}$$
(III.3.3)

Współczynniki s_{ijkl} nazywamy współczynnikami sprężystości kryształu.

Związki (III.3.3) możemy rozważać jako układ równań na składowe tensora t_{ij} . Rozwiązania tego układu równań możemy zapisać w postaci

$$t_{ij} = \sum_{k,l} c_{ijkl} \cdot r_{kl} \equiv c_{ijkl} \cdot r_{kl}$$
(III.3.4)

Współczynniki c_{ijkl} są liniowymi funkcjami współczynników s_{ijkl} i noszą nazwę współczynników sztywności.

Tensor naprężeń jest tensorem drugiego rzędu dla którego (patrz rozdział III.1)

$$t_{ij} = t_{ji} , \qquad (\text{III.3.5})$$

a więc prawo Hooke'a (III.3.3) możemy zapisać w postaci

$$r_{ij} = \frac{1}{2} (s_{ijkl} + s_{ijlk}) \cdot t_{kl} .$$
 (III.3.6)

Ze wzoru (III.3.6) wynika, że składowe s_{ijkl} oraz s_{ijlk} $(l \neq k)$ zawsze występują razem, a zatem w zasadzie nie będziemy mogli przeprowadzić takiego eksperymentu, który dałby możliwość zmierzyć oddzielne składowe s_{ijkl} i s_{ijlk} $(l \neq k)$. Tak więc, możemy przyjąć, że obie te składowe są sobie równe, czyli

$$s_{ijkl} = s_{ijlk} \quad . \tag{III.3.7}$$

Dla składowe tensora odkształceń r_{ij} mamy również (patrz rozdział III.2)

$$r_{ij} = r_{ji} \quad . \tag{III.3.8}$$

Korzystając ze wzoru (III.3.8) i prawa Hooke'a (III.3.3) możemy zapisać

$$r_{ij} - r_{ji} = (s_{ijkl} - s_{jikl}) \cdot t_{kl} = 0$$

skąd również wynika, że

$$s_{ijkl} = s_{jikl} . \tag{III.3.9}$$

Tensor czwartego rzędu s_{ijkl} ma 81 składowych. Jednak ze względu na związki (III.3.7) i (III. 3.9) pozostanie tylko 36 niezależnych składowych tensora s_{ijkl} zamiast 81. Łatwo udowodnić, że tensor c_{ijkl} ma również tylko 36 niezależnych składowych.

Symetria dwóch pierwszych i dwóch ostatnich wskaźników przy s_{ijkl} i c_{ijkl} stwarza możliwość zastosowania zapisu macierzowego składowych tych tensorów. W tym celu, w składowych s_{ijkl} i c_{ijkl} pierwsze dwa wskaźniki (*ij*) zastępujemy jednym przyjmującym wartości od 1 do 6 i tak samo postępujemy z dwoma ostatnimi wskaźnikami. Stosujemy przy tym następujący schemat:

Zapis wskaźników (<i>ij</i>) oraz	11	22	33	23,32	31,13	12,21	
(kl) tensorowy							(III.3.10)
Zapis macierzowy (<i>m</i>) oraz (1	2	3	4	5	6	
<i>n</i>) dla wskaźników (ij) oraz (
kl)							

jednocześnie wprowadzamy czynnik 2 albo 4 w sposób następujący:

$$s_{ijkl} = s_{mn}$$
,gdy m i n mają wartości 1,2 lub 3, $2s_{ijkl} = s_{mn}$ gdy albo m , albo n są równe 4,5 lub 6, $4s_{ijkl} = s_{mn}$,gdy zarówno m , jak i n są równe 4,5 lub 6,

Korzystając z reguły (III.3.10) dla zapisu składowych tensorów t_{kl} oraz r_{kl} , wzory (III.3.3) i (III.3.4) możemy zapisać następująco:

$$r_m = s_{mn} \cdot t_n , \qquad (\text{III.3.11})$$

$$t_m = c_{mn} \cdot r_n \quad , \tag{III.3.12}$$

Przy pomocy zapisu macierzowego łatwo możemy wypisać współczynniki sprężystości s_{mn} i sztywności c_{mn} w postaci tabelki (6×6). Warto pamiętać, że współczynniki s_{mn} i c_{mn} , charakteryzujące się dwoma wskaźnikami nie transformują się tak jak składowe tensora drugiego rzędu.

Dla charakterystyki właściwości sprężystych kryształów często stosuję się wielkości: **moduł Younga** (*E*) oraz **współczynnik Poissona** (σ_{zx}). Moduł Younga charakteryzuje właściwości sprężyste ciała wzdłuż kierunku działania naprężenia. Rozważmy kryształ wycięty w kształcie cienkiego pręta (nici) i obciążony wzdłuż osi pręta. Moduł Younga definiujemy jako stosunek naprężenia działającego wzdłuż osi pręta do odkształcenia pręta wzdłuż tej samej osi. Wybierzmy oś Oz^{\prime} wzdłuż osi pręta. Wtedy zgodnie z (III.3.11) moduł Younga określa wzór

$$E = \frac{r_3}{t_3} = \frac{1}{s'_{3333}} \equiv \frac{1}{\alpha_{3i}\alpha_{3j}\alpha_{3k}\alpha_{3l} \cdot s_{ijkl}} , \qquad (\text{III.3.13})$$

gdzie $\alpha_{3i}, \alpha_{3j}, \alpha_{3k}, \alpha_{3l}$ - cosinusy kierunkowe osi Oz' w danym układzie krystałofizycznym; s_{ijkl} składowe tensora sprężystości w tym układzie.

Rozważmy teraz kryształ wycięty w kształcie prostopadłościanu i ściśnięty wzdłuż jednej ze ścian (wybierzemy kierunek działania naprężenia, czyli kierunek prostopadły do tej ściany za oś Ox). Współczynnik Poissona σ_{zx} definiujmy jako stosunek odkształcenia wzdłuż osi Oz prostopadłej do osi Ox do odkształcenia wzdłuż osi Ox. Zgodnie ze wzorem (III.3.11)

$$\sigma_{zx} = \frac{r_3}{r_1} = \frac{s_{31}}{s_{11}} .$$
(III.3.14)

Ściśliwością objętościową kryształu nazywamy względne zmniejszenie objętości kryształu podczas działania jednostkowego ciśnienia hydrostatycznego. Tensor naprężenia odpowiadający ciśnieniu hydrostatycznemu ma postać

$$t_{kl} = -p\delta_{kl}$$

Więc odkształcenia spowodowane ciśnieniem hydrostatycznym wynoszą

$$r_{ij} = -ps_{ijkl} \cdot \delta_{kl} = -ps_{ijkk} \quad (\text{III.3.15})$$

Zgodnie z (III.2.17) rozszerzalność $\delta = \Delta V / V$ określa wzór

$$\frac{\Delta V}{V} = r_{ii} = -ps_{iikk} \, .$$

Stąd dla ściśliwości objętościowej otrzymujemy

$$\frac{\Delta V}{V}(p=1) = -s_{iikk}.$$
 (III.3.16)

Ściśliwością liniową nazywamy względne zmniejszenie długości kryształu w kształcie cienkiego pręta, gdy kryształ poddajemy jednostkowemu ciśnieniu hydrostatycznemu. Pod działaniem ciśnienia hydrostatycznego P zmniejszenie długości pręta w kierunku jednostkowego wektora \vec{n} wynosi

$$r_{ij} \cdot n_i n_j = -p \cdot s_{ijkk} \cdot n_i n_j \quad (\text{III.3.17})$$

Tu uwzględniliśmy wzór (III.3.15).

Dla jednostkowego ciśnienia P ze wzoru (II.3.17) mamy następujący wzór na ściśliwość liniowa β

$$\beta = s_{ijkk} \cdot n_i n_j \quad (\text{III.3.18})$$

Można wykazać [5,22], że praca potrzebna do wywołania odkształcenia r_{ij} jednostki objętości kryształu, którą nazywamy **energią odkształcenia**, wynosi

$$W_{sp} = \frac{1}{2}c_{ij}r_ir_j, \qquad (i = 1, 2, ..., 6)$$
 . (III.3.19)

Przykład III.3.1. Wykażemy, że macierz współczynników sprężystości kryształów układu regularnego ma postać

$$s_{ij} = \begin{bmatrix} s_{11} & s_{12} & s_{12} & 0 & 0 & 0 \\ s_{12} & s_{11} & s_{12} & 0 & 0 & 0 \\ s_{12} & s_{12} & s_{11} & 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & s_{44} & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & s_{44} & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & 0 & s_{44} \end{bmatrix}.$$
 (III.3.20)

We wszystkich klasach układu regularnego występują cztery trzykrotne osi obrotowe, które mają kierunek typu [111]. Przy obrocie o kąt $2\pi/3$ wokół każdej z osi 3-krotnej następuje kolejna zamiana kierunków osi Ox_1, Ox_2, Ox_3 : oś 3 wzdłuż kierunku [111]

$$x_1 \rightarrow x_2, \quad x_2 \rightarrow x_3, \quad x_3 \rightarrow x_1$$
, (III.3.21a)

oś 3 wzdłuż kierunku $[\overline{1}\ \overline{1}\ 1]$

$$x_1 \to x_2, \ x_2 \to -x_3, \ x_3 \to -x_1$$
, (III.3.21b)

oś 3 wzdłuż kierunku [111]

$$x_1 \to x_3, x_3 \to -x_2, x_2 \to -x_1,$$
 (III.3.21c)

oś 3 wzdłuż kierunku [111]

$$x_1 \to -x_2, \ x_2 \to -x_3, \ x_3 \to -x_1,$$
 (III.3.21d)

Korzystając ze wzoru (III.3.21a) otrzymujemy, że składowe s_{ij} przekształcają się przy obrocie układu o kąt 2π /3 w następujący sposób

Z przekształceń (III.3.22) wynika, że macierz współczynników sprężystości s_{ij} musi mieć postać

$$\begin{bmatrix} s_{11} & s_{12} & s_{12} & s_{14} & s_{15} & s_{16} \\ s_{11} & s_{12} & s_{16} & s_{14} & s_{15} \\ s_{11} & s_{15} & s_{16} & s_{14} \\ s_{44} & s_{45} & s_{45} \\ s_{44} & s_{45} & s_{45} \\ s_{44} & s_{45} & s_{44} \end{bmatrix}.$$
 (III.3.23)

Korzystając ze wzoru (III.3.21b) otrzymujemy, że składowe s_{ij} przekształcają się przy obrocie układu o kąt 2π /3 dookoła drugiej 3-krotnej osi w następujący sposób

Ze wzoru (III.3.24) wynika, że powinno być, na przykład, $s_{14} = -s_{36}$. Jednak, ze wzoru (III. 3.23) mamy $s_{36} = s_{14}$, a więc $s_{14} = 0$. W podobny sposób otrzymujemy

$$s_{14} = s_{15} = s_{16} = s_{45} = 0$$
 (III.3.25)

Biorąc pod uwagę związki (III.3.25) ze wzoru (III.3.23) otrzymujemy wzór (III.3.20).

Przykład III.3.2. Znajdziemy kierunki w krysztale układu regularnego w których moduł Younga ma wartości minimalne i maksymalne.

Zgodnie ze wzorem (III.3.13)

$$E^{-1} = \alpha_{3i} \alpha_{3j} \alpha_{3k} \alpha_{3l} \cdot s_{ijkl} = n_i n_j n_k n_l \cdot s_{ijkl} , \qquad (\text{III.3.26})$$

gdzie n_i - cosinusy kierunkowe wektora jednostkowego \vec{n} w danym układzie krystałofizycznym.

Dla kryształów układu regularnego tensor współczynników sprężystości określa wzór (III. 3.20). Po podstawieniu do wzoru (III.3.26) niezerowych składowych tensora s_{ijkl} otrzymujemy

$$E^{-1} = s_{11}(n_1^4 + n_2^4 + n_3^4) + (s_{44} + 2s_{12}) \cdot (n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2)$$

= $s_{11} - 2(s_{11} - s_{12} - 1/2 \cdot s_{44}) \cdot (n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2)$. (III.3.27)

Ze wzoru (III.3.27) wynika, że zależność E^{-1} od \vec{n} (od kierunku w krysztale) określa funkcja

$$f = n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2.$$
(III.3.28)

Znajdziemy teraz maksimum funkcji (III.3.28), korzystając z metody nieoznaczonych mnożników Lagrange'a [8]. Zapiszmy funkcję f w postaci

$$f = n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2 \equiv n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2 + \lambda \left(1 - n_1^2 - n_2^2 - n_3^2\right), \quad \text{(III.3.29)}$$

gdzie λ - mnożnik Lagrange'a.

Różniczkując (III.3.29) względem n_1^2 , n_2^2 oraz n_3^2 i korzystając z warunku określającego ekstremum funkcji otrzymujemy

$$\frac{\partial f}{\partial n_1^2} = n_2^2 + n_3^2 - \lambda = 0 , \qquad (\text{III.3.30a})$$

$$\frac{\partial f}{\partial n_2^2} = n_1^2 + n_3^2 - \lambda = 0 , \qquad \text{(III.3.30b)}$$

$$\frac{\partial f}{\partial n_3^2} = n_1^2 + n_2^2 - \lambda = 0$$
 (III.3.30c)

Z układu równań (III.3.30), biorąc pod uwagę, że $n_1^2 + n_2^2 + n_3^2 = 1$, mamy

$$n_1^2 = n_2^2 = n_3^2 = \frac{1}{3}$$
,

skąd

$$n_1 = \pm \frac{1}{\sqrt{3}}, \quad n_2 = \pm \frac{1}{\sqrt{3}}, \quad n_3 = \pm \frac{1}{\sqrt{3}}.$$
 (III.3.31)

A zatem, w krysztale układu regularnego istnieję osiem kierunków typu [111] wzdłuż których wielkość $n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2$ ma maksymalną wartość. Uwzględniając, że dla kryształów układu regularnego $(s_{11} - s_{12} - s_{44}/2) > 0$ [5], otrzymujemy ze wzoru (III.3.27), że moduł Younga *E* ma maksymalne wartości w kierunkach typu [111]. Minimalne wartości moduł Younga ma w kierunkach, gdy $n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2 = 0$, czyli w kierunkach typu [100]. *Przykład III.3.3*. Wykażemy, że przekrój powierzchni charakterystycznej modułu Younga płaszczyzna prostopadłą do osi 3-krotnej kryształu regularnego jest okręgiem.

Równanie powierzchni charakterystycznej modułu Younga, zgodnie z (III.3.27) ma postać

$$E = \frac{1}{s_{11} - 2(s_{11} - s_{12} - s_{44}/2) \cdot (n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2)}$$
(III.3.32)

Równanie powierzchni prostopadłej do jednostkowego wektora \vec{l} możemy zapisać jako

$$(\vec{r} \cdot \vec{l}) = 0 , \qquad (\text{III.3.33})$$

gdzie \vec{r} jest wektorem leżącym w płaszczyźnie prostopadłej do wektora \vec{l} .

W krysztale układu regularnego osi 3-krotne jest skierowane wzdłuż kierunków typu [111]. Wybierzemy wektor \vec{l} wzdłuż kierunku [111]: \vec{l} ($1/\sqrt{3}$, $1/\sqrt{3}$, $1/\sqrt{3}$). Podstawiając do wzoru (III.3.33) zamiast wektora \vec{r} wektor \vec{n} znajdujemy

$$(\vec{n} \cdot \vec{l}) = \frac{1}{\sqrt{3}}(n_1 + n_2 + n_3) = 0$$

skąd

$$n_3 = -n_1 - n_2$$
. (III.3.34)

Ze wzoru (III.3.34), oraz tożsamości $n_1^2 + n_2^2 + n_3^2 = 1$ otrzymujemy

$$n_1^2 + n_1 n_2 + n_2^2 = 1/2$$
. (III.3.35)

Biorąc pod uwagę te równości znajdujemy

$$n_1^2 n_2^2 + n_2^2 n_3^2 + n_1^2 n_3^2 = n_1^2 + n_2^2 + n_1 n_2 - 1/4 = 1/4.$$
 (III.3.36)

Po podstawieniu (III.3.36) do (III.3.32) mamy

$$E = \frac{4}{2(s_{11} + s_{12}) + s_{44}} , \qquad (III.3.37)$$

a więc w płaszczyźnie prostopadłej do osi 3-krotnej przekrój powierzchni charakterystycznej modułu Younga jest okręgiem.

Przykład III.3.4. Wykażemy, że rozszerzalność $\delta = \Delta V / V$ kryształów układu regularnego nie zależy od kierunku działania naprężenia rozciągającego.

Wybierzemy oś Ox'_3 wzdłuż kierunku działania naprężenia jednoosiowego. Wtedy tensor naprężenia w tym układzie współrzędnych będzie miał postać

$$\begin{bmatrix} t'_{kl} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & t \end{bmatrix} .$$
(III.3.38)

W układzie krystałofizycznym tensor naprężenia znajdziemy, korzystając z reguł przekształcenia składowych tensora drugiego rzędu i wzoru (III.3.38)

$$t_{ij} = \alpha_{3i} \alpha_{3j} t_{33}' = n_i n_j t , \qquad (III.3.39)$$

gdzie n_i - cosinusy kierunkowe wektora jednostkowego \vec{n} równoległego do osi Ox'_3 w układzie krystałofizycznym.

Rozszerzalność kryształu, zgodnie z (III.2.17) wynosi $\delta = r_{ii}$. Korzystając z (III.3.11) i (III.3.39) dla składowej tensora odkształceń r_{11} mamy

$$r_{11} = s_{11kl}t_{kl} = t[s_{1111}n_1^2 + s_{1122}n_2^2 + s_{1133}n_3^2 + (s_{1112} + s_{1121})n_1n_2 + (s_{1113} + s_{1131})n_1n_3 + (s_{1123} + s_{1132})n_2n_3].$$
 (III.3.40)

Stosując zapis macierzowy zapiszmy wzór (III.3.40) w postaci

$$r_{1} = t(s_{11}n_{1}^{2} + s_{12}n_{2}^{2} + s_{13}n_{3}^{2} + s_{16}n_{1}n_{2} + s_{15}n_{1}n_{3} + s_{14}n_{2}n_{3}) .$$
(III.3.41)

Dla kryształów układu regularnego macierz współczynników sprężystości określa wzór (III. 3.20). Biorąc pod uwagę (III.3.20) ze wzoru (III.3.41) otrzymujemy

$$r_1 = t(s_{11}n_1^2 + s_{12}n_2^2 + s_{12}n_3^2)$$
 (III.3.42a)

W podobny sposób znajdujemy

$$r_2 = t(s_{12}n_1^2 + s_{11}n_2^2 + s_{12}n_3^2)$$
 (III.3.42b)

$$r_3 = t(s_{12}n_1^2 + s_{12}n_2^2 + s_{11}n_3^2)$$
 (III.3.42c)

Po podstawieniu wzorów (III.3.42) do wzoru na rozszerzalność otrzymujemy

$$\delta = \frac{\Delta V}{V} = r_1 + r_2 + r_3 = t(s_{11} + 2s_{12}) \cdot (n_1^2 + n_2^2 + n_3^2) = t(s_{11} + 2s_{12}) , \quad (\text{III.3.43})$$

ponieważ $(n_1^2 + n_2^2 + n_3^2) = 1$. A więc zmiana objętości kryształu regularnego pod wpływem naprężenia jednoosiowego nie zależy od kierunku działania tego naprężenia.

Zadania do § III.3

1. Wykazać, że macierz współczynników sprężystości s_{ij} dla kryształów układu rombowego (klasy 222, *mm*2, *mmm*) ma postać

$$s_{ij} = \begin{bmatrix} s_{11} & s_{12} & s_{13} & 0 & 0 & 0 \\ s_{12} & s_{22} & s_{23} & 0 & 0 & 0 \\ s_{13} & s_{23} & s_{33} & 0 & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & s_{44} & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & s_{55} & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & 0 & s_{66} \end{bmatrix}$$
(III.3.44)

2. Wykazać, że macierz współczynników sztywności c_{ij} dla kryształów układu trygonalnego (klasy $32,3m,\overline{3}m$) ma postać

$$c_{ij} = \begin{bmatrix} c_{11} & c_{12} & c_{13} & c_{14} & 0 & 0\\ c_{12} & c_{22} & c_{13} & -c_{14} & 0 & 0\\ c_{13} & c_{13} & c_{33} & 0 & 0 & 0\\ c_{14} & -c_{14} & 0 & c_{44} & 0 & 0\\ 0 & 0 & 0 & 0 & c_{44} & c_{14}\\ 0 & 0 & 0 & 0 & c_{14} & c_{66} \end{bmatrix} .$$
 (III.3.45)

3. Wykazać, że dla kryształów klasy 4mm jest słuszny związek

$$c_{11} - c_{12} = \frac{1}{s_{11} - s_{12}}$$
.

4. Udowodnić, że dla kryształów układu regularnego są słuszne związki

$$c_{11} = \frac{s_{11} + s_{12}}{(s_{11} - s_{12})(s_{11} + 2s_{12})}, \quad c_{12} = -\frac{-s_{12}}{(s_{11} - s_{12})(s_{11} + 2s_{12})}, \quad c_{44} = \frac{1}{s_{44}}.$$

5. Udowodnić, że równanie powierzchni charakterystycznej modułu Younga dla kryształów układu rombowego ma postać

$$E^{-1} = s_{11}n_1^4 + 2s_{12}n_1^2n_2^2 + 2s_{13}n_1^2n_3^2 + s_{22}n_2^4 + 2s_{23}n_2^2n_3^2 + s_{33}n_3^4 + s_{44}n_2^2n_3^2 + s_{55}n_1^2n_3^2 + s_{66}n_1^2n_2^2$$

6. Kryształ kwarcu (SiO_2 , grupa punktowa 32) został poddany jednoosiowemu ściśnięciu wzdłuż a) osi 2-krotnej, b) osi 3 - krotnej. Obliczyć składowe tensora odkształcenia.

Odpowiedź: a) $r_1 = s_{11}t_1$, $r_2 = s_{12}t_1$, $r_3 = s_{13}t_1$; b) $r_1 = r_2 = s_{13}t_3$, $r_3 = s_{33}t_3$.

7. Wykazać, że ściśliwość liniową β kryształów układu regularnego określa wzór

$$\beta = s_{11} + 2s_{12} \; .$$

8. Wyprowadzić wzór (III.3.19).

III.4 Fale sprężyste w kryształach

Fale sprężyste w kryształach będziemy rozważali, traktując kryształ jako ośrodek ciągły, a więc pomijając atomową budowę kryształu. Przybliżenie to jest dobrym przybliżeniem dla fal o długościach λ znacznie większych od stałej sieci krystalicznej, czyli przy $\lambda > 10^{-6} cm$ ($\nu < 10^{11} Hz$) [3]. Za punkt wyjścia wybierzemy fundamentalne równania teorii sprężystości (III.1.19)

$$\rho \frac{d^2 x_i}{dt^2} = \frac{\partial t_{i1}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{i2}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{i3}}{\partial x_3} .$$
(III.4.1)

Tu zgodnie z wyprowadzeniem wzoru (III.4.1) $x_i(t)$ są składowe wektora przemieszczenia punktu dowolnego w krysztale. Ponieważ interesują nas nie rzeczywiste przemieszczenia punktów, lecz ich względne przemieszczenie w stosunku do siebie, zapiszmy zamiast $x_i(t)$ w lewej części (III.4.1) $u_i(\vec{r},t) = x_i(t) - x_{i0}$, gdzie x_{i0} - składowe wektora, określającego położenie równowagi punktu w krysztale albo położenie punktu przed deformacją kryształu. Wtedy w przypadku małych odkształceń zupełną pochodną $x_i(t)$ względem czasu możemy zamienić, z dokładnością do wyrazów drugiego rzędu cząstkową pochodną przemieszczenia $u_i(\vec{r},t)$ względem czasu [15,16]

$$\frac{dx_i}{dt} = \frac{du_i}{dt} = \frac{\partial u_i}{\partial t} + \frac{\partial u_i}{\partial x_k} \frac{\partial x_k}{\partial t} = \frac{\partial u_i}{\partial t} + e_{ik} \frac{\partial x_k}{\partial t} \approx \frac{\partial u_i}{\partial t} .$$
(III.4.2)

Uwzględniając wzór (III.4.2) otrzymujemy następujące równania ruchu klasycznego ośrodka sprężystego:

$$\rho \ \frac{\partial^2 u_i}{\partial t^2} = \frac{\partial t_{i1}}{\partial x_1} + \frac{\partial t_{i2}}{\partial x_2} + \frac{\partial t_{i3}}{\partial x_3} = \sum_j \ \frac{\partial t_{ij}}{\partial x_j} \equiv \frac{\partial t_{ij}}{\partial x_j} \ . \tag{III.4.3}$$

Biorąc pod uwagę prawo Hooke'a (III.3.4) oraz jawną postać składowych tensora odkształcenia r_{ij} (wzory (III.2.8) i (III.2.3)) znajdujemy

$$\frac{\partial t_{ij}}{\partial x_j} = c_{ijkl} \frac{\partial r_{kl}}{\partial x_j} = \frac{1}{2} c_{ijkl} \left(\frac{\partial^2 u_k}{\partial x_j \partial x_l} + \frac{\partial^2 u_l}{\partial x_j \partial x_k} \right) = c_{ijkl} \frac{\partial^2 u_l}{\partial x_j \partial x_k} \quad . \tag{III.4.4}$$

Po podstawieniu (III.4.4) do (III.4.3) mamy

$$\rho \ \frac{\partial^2 u_i}{\partial t^2} = c_{ijkl} \ \frac{\partial^2 u_l}{\partial x_j \partial x_k} \ . \tag{III.4.5}$$

Rozwiązanie układu równań (III.4.5) będziemy szukali w postaci fali płaskiej

$$u_{i}(\vec{r},t) = A \cdot p_{i} \cdot \exp[i(\vec{k} \cdot \vec{r} - \omega t)]$$

= $A \cdot p_{i} \cdot \exp[ik(\vec{m} \cdot \vec{r} - v_{\phi} t)]$, (III.4.6)

gdzie A - amplituda fali; wektor polaryzacji \vec{p} określa kierunek przemieszczenia (drgań) punktu ($|\vec{p}| = 1$); $\vec{k} = (2\pi / \lambda) \cdot \vec{m}$ - wektor falowy; $\omega = k \cdot v_{\varphi}$ - częstość kątowa; v_{φ} - prędkość fazowa fali.

Wstawiając rozwiązanie (III.4.6) do układu równań (III.4.5) otrzymamy następujący układ równań algebraicznych

$$(c_{ijkl}m_jm_k - \rho v_{\varphi}^2\delta_{il}) \cdot p_l = 0 . \qquad (\text{III.4.7})$$

Wprowadzając tensor akustyczny (tensor Christofella)

$$Q_{il} = c_{ijkl} m_j m_m , \qquad (III.4.8)$$

$$Q_{il} = c_{ijkl} m_j m_m , \qquad (III.4.8)$$

który ma właściwość (symetrię)

$$Q_{il} = Q_{li} , \qquad (III.4.9)$$

sprowadźmy układ równań (III.4.7) do postaci

$$(Q_{il} - \rho v_{\varphi}^2 \delta_{il}) \cdot p_l = 0.$$
(III.4.10)

Układ równań (III.4.10) jest to układ równań na wartości własne i wektory własne tensora akustycznego Q_{il} , a zatem wektory polaryzacji \vec{p} fal sprężystych rozchodzących się w krysztale w kierunku określonym wektorem \vec{m} są to wektory własne tensora Christofella. Układ równań (III.4.10) ma niezerowe rozwiązanie, gdy

$$\begin{vmatrix} Q_{11} - \rho v_{\varphi}^{2} & Q_{12} & Q_{13} \\ Q_{12} & Q_{22} - \rho v_{\varphi}^{2} & Q_{23} \\ Q_{13} & Q_{23} & Q_{33} - \rho v_{\varphi}^{2} \end{vmatrix} = 0 .$$
(III.4.11)

W ogólnym przypadku rozwiązując równanie (III.4.11) otrzymujemy trzy wartości prędkości fazowej $v_{1\varphi}$, $v_{2\varphi}$, $v_{3\varphi}$:

$$v_{j\varphi} = \sqrt{\frac{q_j}{\rho}}$$
, (III.4.12)

gdzie q_j są wartościami własnymi tensora akustycznego Q_{jl} .

Następnie po podstawieniu do układu równań (III.4.10) tych wartości prędkości fazowej znajdziemy odpowiednie trzy wektory polaryzacji \vec{p}_1 , \vec{p}_2 , \vec{p}_3 . A więc, w ogólnym przypadku w kierunku, określonym przez jednostkowy wektor \vec{m} w krysztale mogą rozchodzić się trzy fale mające różne (ale określone) polaryzacje oraz prędkości. Najczęściej wektory \vec{p}_i polaryzacji trzech fal sprężystych nie pokrywają się z wektorem \vec{m} i nie są prostopadłe do niego. A więc fali sprężyste nie są ani falami podłużnymi, ani poprzecznymi. Prędkości fazowe fal sprężystych, jak wynika ze wzoru (III.4.12), nie zależą od częstości fali, a zatem fali sprężyste nie ulegają dyspersji.

W krysztale kierunek rozprzestrzeniania się energii fali sprężystej (kierunek **promienia** fali) określa **wektor prędkości grupowej** fali \vec{v}_g . W ogólnym przypadku kierunek wektora \vec{v}_g nie pokrywa się z kierunkiem wektora falowego \vec{m} prostopadłego do czoła fali, a kąt między wektorami \vec{m} i \vec{v}_g może wynosić dziesiątki stopni. Żeby znaleźć kierunek wektora \vec{v}_g pomnóżmy lewą część równania (III.4.7) skalarne przez wektor $\vec{p} \cdot (2\pi / \lambda)^2$

$$c_{ijml}k_{j}k_{m}p_{i}p_{l} = \rho \omega^{2} . \qquad (\text{III.4.13})$$

Tu uwzględniliśmy, iż $\vec{k} = (2\pi / \lambda) \cdot \vec{m}$ i $\omega = k \cdot v_{\varphi}$. Składowe wektora prędkości grupowej fali $\vec{v_g}$ określa wzór

$$v_{gn} = \frac{\partial \omega}{\partial k_n} . \tag{III.4.14}$$

Różniczkując wzór (III.4.13) względem składowych wektora \vec{k} i uwzględniając (III.4.14) otrzymujemy

$$v_{gn} = \frac{1}{\rho \omega} \cdot c_{inml} p_i p_l k_m . \qquad (III.4.15)$$

Wprowadzając tensor drugiego rzędu

$$P_{nm} = c_{inml} p_i p_l , \qquad (\text{III.4.16})$$

zapiszmy wzór (III.4.15) w postaci

$$v_{gn} = \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot P_{nk} m_k , \qquad (\text{III.4.17})$$

gdzie m_k są to składowe wektora $\vec{m} = \vec{k} / |\vec{k}|$.

Tensor P_{nk} nazywa się **drugim tensorem akustycznym** (albo drugim tensorem Christofella). Fale sprężyste dla których $\vec{v_g} \parallel \vec{m}$ nazywamy **zwyczajnym***i*. Fale sprężyste dla których kierunek wektora prędkości grupowej $\vec{v_g}$ nie pokrywa się z kierunkiem wektora $\vec{m} = \vec{k} / |\vec{k}|$ nazywamy **nadzwyczajnymi**.

Przykład III.4.1. Wykażemy, ze rzut wektora prędkości grupowej fali sprężystej \vec{v}_g na kierunek wektora \vec{m} wynosi

$$(\vec{v}_g \cdot \vec{m}) = v_{\sigma} \quad . \tag{III.4.18}$$

Pomnóżmy skalarne (III.4.15) przez wektor \vec{m}

$$v_{gn} \cdot m_n = \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot m_n P_{nk} m_k$$

$$= \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot c_{inkl} m_n m_k p_i p_l = \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot \rho v_{\varphi}^2 = v_{\varphi}$$
(III.4.19)

Tu uwzględniliśmy wzór (III.4.13).

Przykład III.4.2. Udowodnimy, że podłużne fali sprężyste są zawsze falami zwyczajnymi i dla fal zwyczajnych $v_g = v_{\phi}$.

W fale sprężystej podłużnej przemieszczenia punktów ciała odbywa się w kierunku rozprzestrzeniania się fali, czyli w fale podłużnej wektor polaryzacji \vec{p} pokrywa się z wektorem \vec{m} . A zatem, zamieniając we wzorze (III.4.17) p_k przez m_k , składowe m_k przez p_k , korzystając z symetrii tensora c_{inkl} ($c_{inkl} = c_{nikl} = c_{nilk}$) i uwzględniając wzór (III.4.7) otrzymujemy

$$v_{gn} = \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot c_{inkl} p_{i} p_{l} m_{k} = \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot c_{nilk} m_{i} m_{l} p_{k}$$
$$= \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot \rho v_{\varphi}^{2} \delta_{nk} p_{k} = v_{\varphi} m_{n}$$
(III.4.20)

Przykład III.4.3. Rozważmy fali sprężyste w kryształach układu trygonalnego (klasy $32,3m,\overline{3}m$) rozchodzące się w kierunku osi symetrii kryształu.

W tym przypadku $\vec{m} = \vec{e}_3$ i zgodnie ze wzorem (III.4.8) i wzorem (III.3.45) tensor akustyczny Christofella Q_{il} ma postać

$$Q_{il} = c_{i33l} = \begin{vmatrix} c_{44} & 0 & 0 \\ 0 & c_{44} & 0 \\ 0 & 0 & c_{33} \end{vmatrix} .$$
(III.4.21)

Tensor (III.4.21) ma postać diagonalną, a zatem ma wartości główne: $q_1 = q_2 = c_{44}$, $q_3 = c_{33}$. Wartość główna $q_3 = c_{33}$ odpowiada podłużnej fali sprężystej rozchodzącej się w kierunku osi symetrii z prędkością fazową równą, zgodnie z (III.4.12):

$$v_{3\phi} = \sqrt{\frac{c_{33}}{\rho}}$$
 . (III.4.22)

Wartościom głównym $q_1 = q_2 = c_{44}$ odpowiada mnóstwo fał poprzecznych, których wektory polaryzacji znajdują się w płaszczyźnie prostopadłej do osi symetrii:

$$\vec{p} = \cos\varphi \cdot \vec{e}_1 + \sin\varphi \cdot \vec{e}_2 . \qquad (\text{III.4.23})$$

Tu kąt Ø określa położenie wektora polaryzacji fali w płaszczyźnie prostopadłej do osi symetrii kryształu.

Zgodnie z (III.4.12), prędkość fazowa tych fal wynosi

$$v_{1\phi} = v_{2\phi} = \sqrt{\frac{c_{44}}{\rho}}$$
 (III.4.24)

Przykład III.4.4. Korzystając z wyników rozwiązania zadania (III.4.3) wykażemy, iż wektory prędkości grupowej \vec{v}_g fal poprzecznych tworzą stożek. To zjawisko w akustyce kryształów nosi nazwę **wewnętrznej refrakcji konicznej**.

Zgodnie z (III.4.23) i (III.4.16) drugi tensor akustyczny Christofella P_{il} ma dla fal poprzecznych postać

$$P_{il} = c_{i11l} \cos^2 \varphi + c_{i22l} \sin^2 \varphi + (c_{i12l} + c_{i21l}) \sin \varphi \, \cos \varphi \, . \qquad \text{(III.4.25)}$$

Biorąc pod uwagę postać tensora c_{inml} dla kryształów układu trygonalnego (wzór (III.3.45)) otrzymujemy

$$P_{il} = \begin{vmatrix} c_{11}\cos^2\varphi + c_{66}\sin^2\varphi & (c_{11} - c_{66})\cos\varphi \sin\varphi & 2c_{14}\sin\varphi \cos\varphi \\ (c_{11} - c_{66})\cos\varphi \sin\varphi & c_{11}\sin^2\varphi + c_{66}\cos^2\varphi & c_{14}(\cos^2\varphi - \sin^2\varphi) \\ 2c_{14}\sin\varphi\cos\varphi & c_{14}(\cos^2\varphi - \sin^2\varphi) & c_{44} \end{vmatrix} .$$
(III.4.26)

Ze wzoru (III.4.7) wynika, że prędkość grupową fal poprzecznych określa wzór

$$v_{gi} = \frac{1}{\rho v_{\varphi}} \cdot P_{i3} \quad (\text{III.4.27})$$

Po podstawieniu do wzoru (III.4.27) P_{i3} ze wzory (III.4.26) i biorąc pod uwagę (III.4.24) otrzymujemy

$$\vec{v}_{g} = \sqrt{\frac{c_{44}}{\rho}} \left[\frac{c_{14}}{c_{44}} (\sin 2\varphi \cdot \vec{e}_{1} + \cos 2\varphi \cdot \vec{e}_{2}) + \vec{e}_{3} \right].$$
(III.4.28)

Ze wzoru (III.4.28) wynika, że promień każdej z poprzecznie spolaryzowanych fal tworzy kąt $\forall z$ kierunkiem wektora falowego \vec{m}

$$\Psi = arc \cdot tg \frac{c_{14}}{c_{44}} . \qquad (III.4.29)$$

A więc, promienie wszystkich poprzecznie spolaryzowanych fal sprężystych (III.4.23) tworzą kołowy stożek.

Zadania do § III.4

1. Wykazać, że kąt \forall między wektorami \vec{m} i \vec{s} ($\vec{s} = \vec{v}_g / v_{\phi}$) określa wzór

$$\cos \psi = \frac{\rho v_{\varphi}^2}{\sqrt{P_{ij}P_{ik}m_jm_k}}$$

2. Udowodnić, iż w kryształach układu regularnego odchylenie promieni fal sprężystych spolaryzowanych poprzecznie do kierunku [111] ($\vec{m} \parallel [111]$) określa wzór

$$\psi = arc \cdot tg \frac{c_{11} - c_{12} - 2c_{44}}{\sqrt{2}(c_{11} - c_{12} + c_{44})} .$$

3. Wykazać, że prędkości fazowe fali podłużnej $v_{\parallel \varphi}$ i fali poprzecznej $v_{\perp \varphi}$ rozchodzących się w kierunku [111] w krysztale układu regularnego są równe

$$v_{\parallel \rho} = \sqrt{\frac{c_{11} + 2(c_{12} + c_{44})}{3\rho}}$$
,

$$v_{\perp \rho} = \sqrt{\frac{c_{11} - c_{12} + c_{44}/2}{3\rho}}$$

4. Wykazać, że prędkości fazowe fali podłużnej $v_{\parallel p}$ i fali poprzecznej $v_{\perp p}$ rozchodzących się w kierunku [100] w krysztale układu regularnego są równe

$$v_{\parallel \varphi} = \sqrt{\frac{c_{11}}{\rho}} ,$$

$$v_{\perp \varphi} = \sqrt{\frac{c_{44}}{2\rho}} .$$

5. Wykazać, że prędkości fazowe fali podłużnej $v_{\parallel \rho}$ i fali poprzecznej $v_{\perp \rho}$ rozchodzących się w kierunku [110] w krysztale układu regularnego są równe

$$v_{\parallel \rho} = \sqrt{\frac{c_{11} + c_{12} + c_{44}}{2\rho}}$$
$$v_{\perp \rho} = \sqrt{\frac{c_{11} - c_{12}}{2\rho}} .$$

III.5 Zjawisko piezoelektryczności

Rozróżniamy efekt piezoelektryczny prosty i odwrotny (patrz tabelę II.3.1). Efekt piezoelektryczny prosty obejmuje zjawiska polegające na tym, że w pewnych kryształach naprężenia mechaniczne albo deformacje powodują wystąpienie w nich polaryzacji elektrycznej albo pola elektrycznego, które są wprost proporcjonalne do wielkości przyłożonego naprężenia albo deformacji [5,6]. Prosty efekt piezoelektryczny opisują cztery równania [5,6]:

$$P_i = d_{ijk}t_{jk} , \quad P_i = e_{ijk}r_{jk} , \qquad \text{(III.5.1a)}$$

$$E_i = -g_{ijk}t_{jk}$$
, $E_i = -h_{ijk}t_{jk}$. (III.5.1b)

We wzorach (III.5.1) P_i i E_i są składowymi wektora polaryzacji elektrycznej i wektora natężenia pola elektrycznego; t_{jk} i r_{jk} – składowe tensora naprężenia i tensora deformacji.

Efekt piezoelektryczny odwrotny, jak widać z nazwy efektu, obejmuje grupę zjawisk polegających na tym, że kryształ pod wpływem z zewnątrz pola elektrycznego albo zmiany

polaryzacji elektrycznej kryształu deformuje się i zmienia swój kształt. Odwrotny efekt piezoelektryczny opisują też cztery równania [5,6]:

$$r_{jk} = d_{ijk}E_i$$
, $r_{jk} = g_{ijk}P_i$, (III.5.2a)

$$t_{jk} = -e_{ijk}E_i$$
, $t_{jk} = -h_{ijk}P_i$. (III.5.2b)

We wzorach (III.5.1) i (III.5.2) wielkości d_{ijk} , e_{ijk} , g_{ijk} , h_{ijk} , określające efekt piezoelektryczny prosty i odwrotny, tworzą odpowiednie tensory trzeciego rzędu – tensory współczynników piezoelektryczności. Współczynniki d_{ijk} zwykle nazywane są modułami piezoelektryczności.

W ogólnym przypadku tensor trzeciego rzędu ma $3^3 = 27$ składowych. Jednak wskutek tego, że tensory drugiego rzędu t_{jk} i r_{jk} są tensorami symetrycznymi ($t_{jk} = t_{kj}$; $r_{jk} = r_{kj}$) ze wzorów (III.5.1) i (III.5.2) wynika, że tylko 18 składowych tych tensorów jest niezależnych. Istotnie, biorąc pod uwagę symetrię tensora t_{jk} , na przykład wzór (III.5.1a) możemy zapisać w postaci

$$P_{i} = \frac{(d_{ijk} + d_{ikj})}{2} \cdot t_{jk} .$$
(III.5.3)

Stąd widzimy, że współczynniki d_{ijk} i d_{ikj} występują parami w równaniu prostego efektu piezoelektrycznego. Oznacza to, że nie można przeprowadzić takiego eksperymentu, który pozwoliłby zmierzyć oddzielnie d_{ijk} i d_{ikj} . Zawsze będziemy mierzyli sumę tych dwóch składowych tensora d_{ijk} . Ten element niejednoznaczności w wyborze pojedynczych współczynników d_{ijk} i d_{ikj} możemy usunąć zakładając, że

$$d_{ijk} = d_{ikj} \quad (\text{III.5.4})$$

Symetria (III.5.4) tensora d_{ijk} względem wskaźników j i k zmniejsza liczbę niezależnych składowych tensora d_{ijk} do osiemnastu.

Podobne rozumowania, przeprowadzone dla tensorów e_{ijk} , g_{ijk} , h_{ijk} doprowadzą do wniosku, że te tensory również mają tylko 18 niezależnych składowych.

Współczynniki d_{ijk} , e_{ijk} , g_{ijk} , h_{ijk} nie są niezależne od siebie. Na przykład, korzystając z uogólnionego prawa Hooke'a (III.3.3) łatwo otrzymać ze wzorów (III.5.1a) i (III.5.1b)

$$d_{mjk}E_m = r_{jk} = s_{jknl}t_{nl} = -s_{jknl}e_{mnl}E_m$$

skąd

$$d_{mjk} = -s_{jknl}e_{mnl} \quad . \tag{III.5.6}$$

W podobny sposób możemy znaleźć, że

$$e_{mjk}E_m = -t_{jk} = -c_{jknl}r_{nl} = -c_{jknl}d_{mnl}E_m$$

skąd

$$e_{mjk} = -c_{jknl}d_{mnl} \quad (\text{III.5.7})$$

Fakt, iż składowe tensorów t_{jk} , r_{jk} , oraz tensorów d_{ijk} , e_{ijk} , g_{ijk} , h_{ijk} są symetryczne ze względu na wskaźniki j i k, daje możliwość wprowadzenia bardziej zwięzłego zapisu równań efektu piezoelektrycznego, znanego pod nazwą zapisu macierzowego [5]. W tym celu zastępujemy dwa wskaźniki j i k w równaniach (III.5.1) i (III.5.2) jednym wskaźnikiem, zmieniającym się od 1 do 6 zgodnie z regułą:

Zapis wskaźników (jk)	11	22	33	23,32	31,13	12,21	
Tensorowy							(III.5.8)
Zapis macierzowy (m)	1	2	3	4	5	6	
wskaźników (jk)							

$$d_{ijk} = d_{im}, \qquad \text{gdy} \ m = 1,2 \ \text{lub} \ 3; \ i = 1,2,3, \\ 2d_{ijk} = d_{im}, \qquad \text{gdy} \ m = 4,5 \ \text{lub} \ 6; \ i = 1,2,3. \qquad (\text{III.5.9})$$

Wprowadzenie czynnika 2 w definicji składowych d_{im} (m = 4,5,6) jest związane z chęcią uniknięcia tego czynnika w zapisie macierzowym równań efektu piezoelektrycznego, które przyjmują teraz postać:

$$P_i = d_{im}t_m$$
, $P_i = e_{im}r_m$, (III.5.10a)

$$E_i = -g_{im}t_m$$
, $E_i = -h_{im}r_m$, (III.5.10b)

$$r_m = d_{im}E_i$$
, $r_m = g_{im}P_i$, (III.5.11a)

$$t_m = -e_{im}E_i$$
, $t_m = -h_{im}P_i$. (III.5.11b)

Oznaczenie składowych tensorów d_{ijk} , e_{ijk} , g_{ijk} , h_{ijk} za pomocą dwóch wskaźników daje możliwość zapisu wszystkich współczynników piezoelektryczności w postaci tabelki. Na przykład moduły piezoelektryczności d_{ijk} możemy zapisać jako

$$\begin{bmatrix} d_{11} & d_{12} & d_{13} & d_{14} & d_{15} & d_{16} \\ d_{21} & d_{22} & d_{23} & d_{24} & d_{25} & d_{26} \\ d_{31} & d_{32} & d_{33} & d_{34} & d_{35} & d_{36} \end{bmatrix} .$$
 (III.5.12)

Należy jednak zawsze pamiętać, że współczynniki d_{im} , charakteryzujące się dwoma wskaźnikami, nie transformują się jak składowe tensora drugiego rzędu.

Tensory d_{im} , e_{im} , g_{im} , h_{im} są tensorami materii, a więc występująca w kryształach symetria, zgodnie z zasadą Neumanna, redukuje w znacznym stopniu liczbę niezależnych współczynników piezoelektryczności. W przykładzie II.4.1 wykazaliśmy, że kryształy w których występuje środek symetrii nie mogą mieć własności piezoelektrycznych. Efekt piezoelektryczny może występować tylko w kryształach należących do 10-ciu klas polarnych, co stanowi cenną wskazówkę przy analizie struktury kryształów metodą rentgenograficzną [9,10].

W praktyce efekt piezoelektryczny najczęściej bada się ściskając cienką płytkę wyciętą z kryształu (patrz rys.II.2.1). W ogólnym przypadku przy ściskaniu płytki piezoelektryka powstająca polaryzacja elektryczna jest skierowana nie zawsze prostopadłe do powierzchni płytki. Jeżeli okładki metalowe, za pomocą których mierzymy indukowane na powierzchni płytki ładunki elektryczne, są rozmieszczone tak jak na rys.II.2.1, to doświadczalne będziemy mierzyli tylko podłużną składową polaryzacji elektrycznej, tj. składową P_{\parallel} wektora polaryzacji \vec{P} , równoległa do kierunku działania naprężenia ściskającego płytkę. Mierzony w taki sposób efekt piezoelektryczny nazywamy podłużnym. Podłużny efekt piezoelektryczny możemy przedstawić graficznie za pomocą powierzchni podłużnego efektu piezoelektrycznego [5,6]. Promień wodzący tej powierzchni pokrywa się z kierunkiem działania siły ściskającej, długość zaś jest proporcjonalna do ładunku elektrycznego indukowanego działaniem jednostki siły na jednostkę powierzchni płytki, wyciętej prostopadle do kierunku działającej siły.

Efekty piezoelektryczne prosty i odwrotny zawsze są powiązane między sobą. Naprężenie zewnętrzne przyłożone do kryształu piezoelektrycznego wskutek prostego efektu piezoelektrycznego wywołuje w nim polaryzację. Z kolei ładunki elektryczne indukowane na

103

powierzchni piezoelektryka wytwarzają pole elektryczne, które prowadzi, wskutek odwrotnego efektu, do jego deformacji. Ważną charakterystyką piezoelektryka z punktu widzenia jego zastosowań w przetwornikach jest czynnik sprzężenia elektromechanicznego k, który określamy dla prostego efektu jako

$$k = \sqrt{\frac{zmagazynowana \ energia \ elektryczna}{zmagazynowana \ energia \ mechaniczna}} .$$
(III.5.13)

Przykład III.5.1. Obliczymy czynnik sprzężenia elektromechanicznego k na przykładzie cienkiej płytki wyciętej z piezoelektryka na którą działa para sił (rys.II.2.1). Jeżeli oznaczmy przez \vec{n} wektor jednostkowy normalny do powierzchni płytki, to tensor naprężenia w przypadku efektu podłużnego ma składowe (patrz wzór (III.1.32))

$$t_{ij} = t \cdot n_i n_j \quad . \tag{III.5.14}$$

Umówmy się, że dla naprężenia ściskającego płytkę (t > 0).

Gęstość powierzchniowa ładunku elektrycznego które powstaje na powierzchni płytki wskutek prostego efektu piezoelektrycznego wynosi

$$\sigma = \left| \vec{n} \cdot \vec{P} \right| = \left| P_n \right|, \qquad \text{(III.5.15)}$$

gdzie P_n - składowa wektora polaryzacji wzdłuż kierunku prostopadłego do powierzchni płytki.

Zgodnie z równaniem prostego efektu piezoelektrycznego (III.5.10a) mamy

$$P_n = d_{33} \cdot t$$
 (III.5.16)

Tu Oz wybraliśmy wzdłuż jednostkowego wektora \vec{n} .

Występujące na przeciwległych powierzchniach płytki ładunki elektryczne wytwarzają pole elektryczne, które ma kierunek przeciwny do wektora polaryzacji. Składowa natężenia tego pola wzdłuż osi *Oz* wynosi

$$E_{n} = -\frac{|\sigma|}{\varepsilon_{0}\varepsilon_{33}} = -\frac{d_{33}}{\varepsilon_{0}\varepsilon_{33}} \cdot t \quad . \tag{III.5.17}$$

Zgodnie z równaniem odwrotnego efektu piezoelektrycznego (III.5.11a) i uogólnionym prawem Hooke'a dla składowych tensora deformacji r_m możemy zapisać

$$r_m = s_{m3} \cdot t - d_{33}E_z = (s_{m3} - \frac{d_{33}^2}{\varepsilon_0 \varepsilon_{33}}) \cdot t$$
 (III.5.18)

Energia sprężysta pytki o grubości a, zgodnie z (III.3.19) wynosi

$$W_{sp} = \frac{1}{2}a \cdot t_m r_m = \frac{1}{2}at^2 s_{33} - \frac{1}{2}at^2 \frac{d_{33}^2}{\varepsilon_0 \varepsilon_{33}} .$$
(III.5.19)

Energia elektryczna zmagazynowana w spolaryzowanej płytce na jednostce pola powierzchni płytki jest równa

$$W_{el} = \frac{1}{2}CU^2 = \frac{1}{2}\frac{\varepsilon_0\varepsilon_{33}}{a} \cdot (a \cdot \frac{d_{33}}{\varepsilon_0\varepsilon_{33}} \cdot t)^2 = \frac{1}{2}at^2\frac{d_{33}^2}{\varepsilon_0\varepsilon_{33}} .$$
(III.5.20)

Z porównania wzorów (III.5.19) i (III.5.20) widzimy, że energia sprężysta płytki zmniejsza się o tyle o ile rośnie energia związana z polaryzacją płytki. Stosunek $W_{el}/(W_{el} + W_{sp})$ właśnie określa tą cześć energii mechanicznej $R_{mech} = W_{el} + W_{sp}$ która została zużyta na polaryzację płytki. Więc, dla czynnika sprzężenia elektromechanicznego k otrzymujemy

$$k = \sqrt{\frac{W_{el}}{R_{mech}}} = \frac{d_{33}}{\sqrt{\varepsilon_0 \varepsilon_{33} s_{33}}} .$$
(III.5.21)

W przypadku efektu odwrotnego zewnętrzne pole elektryczne powoduje deformację płytki wzdłuż osi Oz: $r_3 = d_{33}E_3$. Deformacja płytki, wskutek prostego efektu, wywołuje polaryzacje płytki ($P_3 = e_{33}r_3 = e_{33}d_{33}E_3 = -c_{33}d_{33}d_{33}E_3$). Wypadkowe pole elektryczne będzie równe sumie pola zewnętrznego i pola indukowanych ładunków. Składowa wypadkowego pola elektrycznego wzdłuż osi Oz wynosi więc

$$E_n = E_3 (1 - \frac{d_{33}c_{33}d_{33}}{\varepsilon_0 \varepsilon_{33}}) .$$
(III.5.22)

Energia sprężysta płytki grubości a wynosi

$$W_{sp} = \frac{1}{2} a \cdot t_m r_m = \frac{1}{2} a \cdot c_{mk} r_k r_m = \frac{1}{2} a E_3^2 (d_{33} c_{33} d_{33}) .$$
(III.5.23)

Energia pola elektrycznego, zgodnie z (III.5.22), zmagazynowana w płytce jest równa

$$W_{el} = \frac{1}{2}CU^{2} = \frac{1}{2}\frac{\varepsilon_{0}\varepsilon_{33}}{a} \cdot E_{3}^{2}a^{2} \cdot (1 - \frac{d_{33}c_{33}d_{33}}{\varepsilon_{0}\varepsilon_{33}})^{2}$$

$$\approx \frac{1}{2}\varepsilon_{0}\varepsilon_{33}aE_{3}^{2} - aE_{3}^{2}(d_{33}c_{33}d_{33})$$
 (III.5.24)

Z porównania wzorów (III.5.23) i (III.5.24) widzimy, że energia elektryczna płytki zmniejsza się i idzie na polaryzację i deformację płytki. Stosunek $W_{sp}/(W_{el} + 2W_{sp})$ właśnie określa tą cześć energii elektrycznej $R_{el} = W_{el} + 2W_{sp}$ która została zużyta na deformację płytki. Więc, dla czynnika sprzężenia elektromechanicznego k w tym przypadku otrzymujemy

$$k = \sqrt{\frac{W_{sp}}{R_{el}}} = d_{33} \sqrt{\frac{c_{33}}{\epsilon_{0} \epsilon_{33}}} .$$
(III.5.25)

Przykład III.5.2. Wykażemy, że macierz d_{im} modułów piezoelektryczności ferroelektryka winianu sodowo - potasowego (sól Siegnette'a , $NaKC_4H_4O_64H_2O$, grupa punktowa 222) ma postać

$$\begin{bmatrix} d_{im} \end{bmatrix} = \begin{bmatrix} 0 & 0 & 0 & d_{14} & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & d_{25} & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & 0 & d_{36} \end{bmatrix}.$$
 (III.5.26)

Skorzystamy z metody bezpośredniego sprawdzania. Rozważmy najpierw przekształcenie składowych tensora d_{ijk} wskutek działania osi dwukrotnej równoległej do osi Ox_3 . Obrót układu współrzędnych dookoła tej osi o kąt 180° doprowadzi do następujących przekształceń współrzędnych: $x_1 \rightarrow -x_1$, $x_2 \rightarrow -x_2$, $x_3 \rightarrow x_3$. Stąd otrzymujemy, że niezerowe jest 8 modułów: d_{14} , d_{15} , d_{24} , d_{25} , d_{31} , d_{32} , d_{33} , d_{36} . Rozważmy teraz przekształcenie składowych tensora d_{ijk} wskutek działania osi dwukrotnej równoległej do osi Ox_2 . Obrót układu współrzędnych dookoła tej osi o kąt 180° doprowadzi do następujących przekształcenie składowych tensora d_{ijk} wskutek działania osi dwukrotnej równoległej do osi Ox_2 . Obrót układu współrzędnych dookoła tej osi o kąt 180° doprowadzi do następujących przekształceń współrzędnych: $x_1 \rightarrow -x_1$, $x_2 \rightarrow x_2$, $x_3 \rightarrow -x_3$. Stąd otrzymujemy, że spośród 8 modułów pięć jest równych zeru: $d_{15} = 0$, $d_{24} = 0$, $d_{31} = d_{32} = d_{33} = 0$. A więc macierz modułów

Przykład III.5.3. Wykażemy, że równanie powierzchni podłużnego efektu piezoelektrycznego ma postać

$$r = n_i n_j n_k d_{ijk} \quad (\text{III.5.27})$$

Tu r - długość promienia wodzącego w kierunku określonym jednostkowym wektorem \vec{n} ; n_i - cosinusy kierunkowe wektora \vec{n} w wybranym układzie współrzędnych.

Niech układ współrzędnych Ox_1, Ox_2, Ox_3 jest krystałofizycznym układem współrzędnych (patrz Rozdział I). Wprowadźmy nowy układ współrzędnych Ox_1', Ox_2', Ox_3' , związany z płytką tak aby oś Ox_1' była prostopadła do powierzchni płytki. Jeżeli poddajemy płytkę działaniu naprężenia rozciągającego o kierunku prostopadłym do powierzchni płytki, w płytce z piezoelektryka wystąpi polaryzacja o składowych we wszystkich trzech kierunkach Ox_1', Ox_2', Ox_3' . Zgodnie ze wzorem (III.5.1a), składowa wektora polaryzacji w kierunku osi Ox_1' , którą mierzymy w efekcie podłużnym, wynosi

$$P_1' = d_{111}' \cdot t_{11}' . \tag{III.5.28}$$

Tu d'_{111} jest składową tensora modułów piezoelektryczności w "primowanym" układzie współrzędnych.

Zgodnie z określeniem powierzchni charakterystycznej podłużnego efektu piezoelektrycznego promień wodzący tej powierzchni w kierunku osi Ox_1' jest równy modułowi d'_{111} ($|P_1'| = |\sigma|$, gdzie σ jest gęstością powierzchniową ładunku polaryzacyjnego), a więc

$$r = d_{111}^{/}$$
 (III.5.29)

Korzystając z reguł transformacji składowych tensora trzeciego rzędu, wzór (III.5.29) możemy zapisać w postaci

$$r = \alpha_{1'i} \alpha_{1'j} \alpha_{1'k} d_{ijk}^{'} . \qquad (\text{III.5.30})$$

Zamieniając we wzorze (III.5.30) wskaźnik 1^{*i*} na *n* i biorąc pod uwagę, że $\alpha_{ni} \equiv n_i$, otrzymujemy wzór (III.5.27).

Przykład III.5.4. Wykażemy, że w krysztale soli Siegnette'a istnieją takie kierunki w których podłużny efekt piezoelektryczny nie jest obserwowany.

Sól Siegnette'a, zgodnie z (III.5.26), ma trzy niezerowe moduły piezoelektryczności

$$d_{14} = 2d_{123}$$
, $d_{25} = 2d_{231}$, $d_{36} = 2d_{321}$. (III.5.31)

Podstawiając (III.5.31) do równania powierzchni podłużnego efektu piezoelektrycznego (III. 5.27) mamy

$$r = n_1 n_2 n_3 (2d_{123} + 2d_{231} + 2d_{321}) .$$
(III.5.32)

Ze wzoru (III.5.32) wynika, że jeżeli płytka z kryształu soli Siegnette'a jest ściśnięta wzdłuż jednej z osi dwukrotnej (na przykład $n_1 = 1$, $n_2 = n_3 = 0$), to efekt podłużny nie jest obserwowany. Maksymalny efekt podłużny ma płytka dla której wektor prostopadły do powierzchni płytki pokrywa się z kierunkiem [111] ($n_1 = n_2 = n_3 = 1/\sqrt{3}$).

Przykład III.5.5. Obliczymy czynnik sprzężenia elektromechanicznego k cienkiej płytki wyciętej z soli Siegnette'a w kształcie prostopadłościanu. Powierzchnia płytki jest zorientowana prostopadłe do osi Ox_1 (oś 2). Wektor natężenia pola elektrycznego, wzbudzający poprzeczne drgania płytki, jest równoległy do osi Ox_1 . Krawędź płytki (oś Ox_2') tworzy kąt 45[°] z osiami Ox_3 (oś 2) i Ox_2 (oś 2).

Zgodnie ze wzorem (III.5.11a) równanie poprzecznego piezoelektrycznego wzbudzenia takiej płytki ma postać

$$r_{2'} = d_{1'2'}E_1$$
 (III.5.33)

Czynnik sprzężenia elektromechanicznego określa w tym przypadku wzór [8]

$$k = \frac{d_{1'2'}}{\sqrt{\varepsilon_0 \varepsilon_{11} \varepsilon_{2'2'}}} \quad . \tag{III.5.34}$$

Korzystając z reguł przekształcenia składowych tensora trzeciego rzędu, oraz z postaci macierzy piezoelektrycznych modułów (III.5.26) dla soli Siegnette'a, otrzymujemy

$$d_{1'2'} \equiv d_{1'2'2'} = \alpha_{1'i} \alpha_{2'j} \alpha_{2'k} d_{ijk}$$

= $2(\alpha_{1'1} \alpha_{2'2} \alpha_{2'3} d_{123} + \alpha_{1'2} \alpha_{2'3} \alpha_{2'1} d_{231} + \alpha_{1'3} \alpha_{2'1} \alpha_{2'2} d_{312})$. (III.5.35)

W sposób podobny, korzystając z reguł przekształcenia składowych tensora czwartego rzędu, oraz z postaci macierzy współczynników sprężystości (III.3.44) dla soli Siegnette'a, otrzymujemy

$$s_{2'2'} \equiv s_{2'2'2'2'} = \alpha_{2'i} \alpha_{2'j} \alpha_{2'k} \alpha_{2'l} s_{ijkl}$$

= $\alpha_{2'2}^{4} s_{22} + \alpha_{2'3}^{4} s_{33} + 2\alpha_{2'2}^{2} \alpha_{3'2}^{2} s_{23} + \alpha_{2'2}^{2} \alpha_{2'3}^{2} s_{44}$ (III.5.36)

Uwzględniając, że macierz $\alpha_{i'j}$ przekształcenia osi współrzędnych ma postać

$$\left[\alpha_{i'j}\right] = \begin{bmatrix} 1 & 0 & 0 \\ 0 & \cos 45^{\circ} & \sin 45^{\circ} \\ 0 & -\sin 45^{\circ} & \cos 45^{\circ} \end{bmatrix},$$

ze wzorów (III.5.34) - (III.5.36) znajdujemy

$$k = \frac{d_{14}}{\sqrt{\varepsilon_0 \varepsilon_{11} (s_{22} + s_{33} + s_{44} + 2s_{23})}} .$$
(III.5.37)

Zadania do § III.5

1. Stosując metodę bezpośredniego sprawdzania wykazać, że macierz d_{im} modułów piezoelektryczności kwarcu (grupa punktowa 32) ma postać

$$\begin{bmatrix} d_{11} & -d_{11} & 0 & d_{14} & 0 & 0 \\ 0 & 0 & 0 & 0 & -d_{14} & -2d_{11} \\ 0 & 0 & 0 & 0 & 0 \end{bmatrix}.$$

2. Wykazać, że przekrój powierzchni podłużnego efektu kwarcu płaszczyzną w której leżą 2krotne osi symetrii określa wzór

$$r = d_{11} \cdot \cos 3\theta$$
,

gdzie θ jest kątem, który tworzy promień wodzący z osią symetrii 2 (oś OX_1).

3. Udowodnić, że kryształy klasy 4 posiadają oś ∞ -krotną względem właściwości piezoelektrycznych.

4. Wykazać, że dla kryształów klasy 422 oraz 622 podłużny efekt piezoelektryczny nie jest obserwowany w żadnym kierunku.

5. Wyprowadzić równanie podłużnego efektu piezoelektrycznego kwarcu. Znaleźć kierunki w których podłużny efekt piezoelektryczny nie jest obserwowany.

Odpowiedź: $P_{\parallel} = n_1(n_1^2 - 3n_2^2)d_{11}t$, podłużny efekt piezoelektryczny nie jest obserwowany w kierunku [0001].

6. Wyprowadzić równanie podłużnego efektu piezoelektrycznego chlorku sodu. Znaleźć kierunki w których podłużny efekt piezoelektryczny nie jest obserwowany.

Odpowiedź: $P_{\parallel} = 3n_1n_2n_3d_{14}t$, podłużny efekt piezoelektryczny nie jest obserwowany w kierunkach typu [*hk*0].

7. Obliczyć czynnik sprzężenia elektromechanicznego k cienkiej płytki wyciętej z soli Siegnette'a w kształcie prostopadłościanu. Powierzchnia płytki jest zorientowana prostopadłe do osi Ox_2 (oś 2). Wektor natężenia pola elektrycznego, wzbudzający poprzeczne drgania płytki, jest równoległy do osi Ox_2 . Krawędź płytki (oś $Ox_1^{/}$) tworzy kąt 45[°] z osiami Ox_3 (oś 2) i Ox_1 (oś 2).

Odpowiedź:

$$k = \frac{d_{25}}{\sqrt{\varepsilon_0 \varepsilon_{11} (s_{11} + s_{33} + s_{55} + 2s_{13})}} .$$