# Czynnik struktury jako mikrosonda defektów w półprzewodnikach

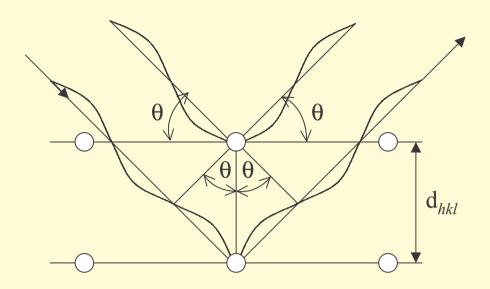
Ilona Frymark

### Plan

- Czynnik struktury
- Defekty punktowe
- Wpływ defektów punktowych na czynnik struktury
- Wyniki doświadczalne

#### Równanie Bragga

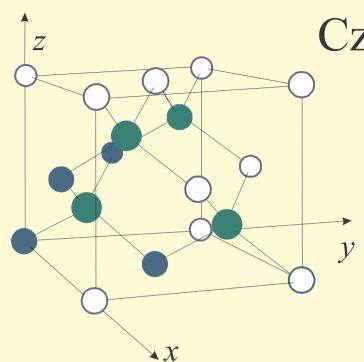
$$n\lambda = 2d_{hkl}\sin\theta$$



#### Natężenie wiązki ugiętej

Czynnik struktury

$$F_{hkl} = \sum_{j=1}^{n} f_j \exp\left[2\pi i \left(hx_j + ky_j + lz_j\right)\right]$$



Czynnik struktury dla GaAs

- atomy Ga

atomy As

atomy Ga należące do sąsiednich komórek elementarnych

4 Ga:  $(0\ 0\ 0)$ ,  $(\frac{1}{2}\ \frac{1}{2}\ 0)$ ,  $(\frac{1}{2}\ 0\ \frac{1}{2})$ ,  $(0\ \frac{1}{2}\ \frac{1}{2})$ 

4 As: (1/4 1/4 1/4), (3/4 3/4 1/4), (3/4 1/4 3/4), (1/4 3/4 3/4)

$$F_{hkl} = [f_{Ga} + f_{As} e^{\pi i(h/2 + k/2 + l/2)}] [1 + e^{\pi i(h+k)} + e^{\pi i(h+l)} + e^{\pi i(k+l)}]$$

Refleksy bardzo słabe (pseudozabronione)

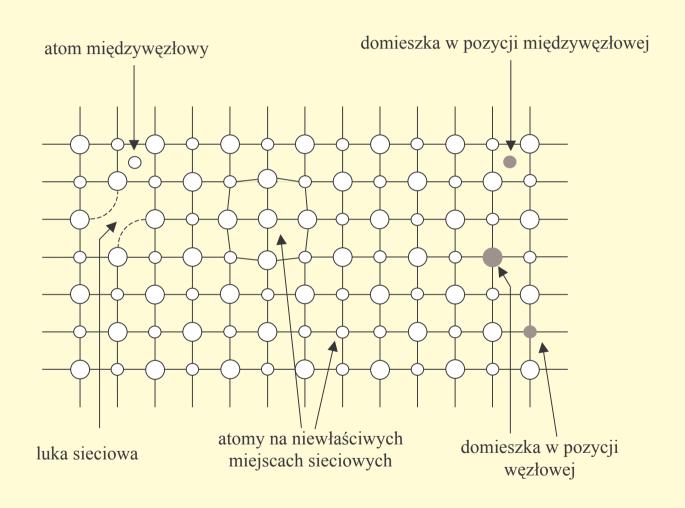
$$F = 4(f_{Ga} - f_{As})$$
 gdy  $h + k + l = 4n + 2$ 

$$I \propto |F|^2$$

### Plan

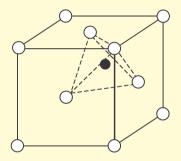
- Czynnik struktury
- Defekty punktowe
- Wpływ defektów punktowych na czynnik struktury
- Wyniki doświadczalne

### Defekty punktowe

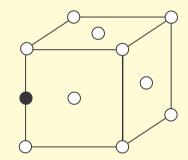


#### Atomy międzywęzłowe w sieci krystalicznej fcc

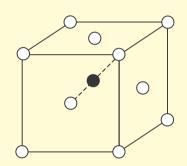
położenie tetraedryczne



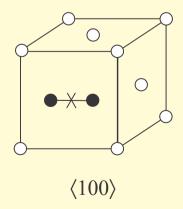
położenie oktaedryczne

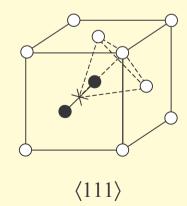


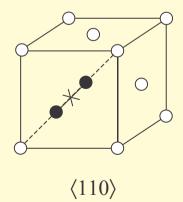
konfiguracja "kraudionowska"



hantle (ang. split interstitials)

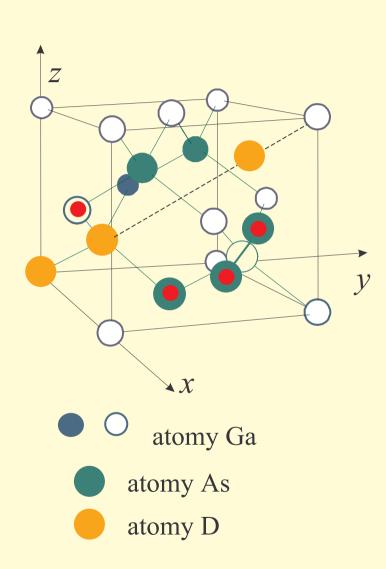






### Defekty punktowe w LT GaAs

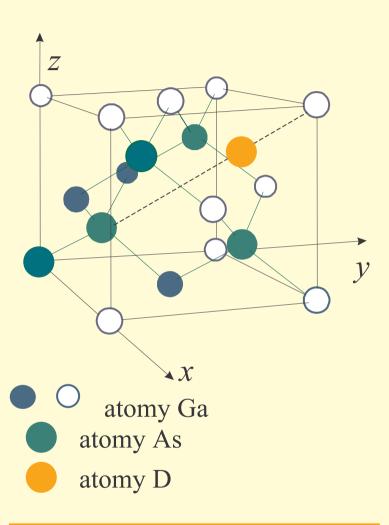
- •As<sub>Ga</sub> (EL2)
- •As<sub>i</sub> (hantle ułożone wzdłuż osi (110))
- $\bullet V_{Ga}$
- •D<sub>Ga</sub>
- D<sub>As</sub>
- D<sub>i</sub>



### Plan

- Czynnik struktury
- Defekty punktowe
- Wpływ defektów punktowych na czynnik struktury
- Wyniki doświadczalne

### Obcy atom w sieci



D w polozeniu tetraedrycznym

$$F = 4[f_{Ga} - f_{As} + (D/4N)f_{D}\cos(4n\pi/9)]$$

$$F_{00n} = 4 (f_{Ga} - f_{As})$$
  $n = 2, 6$ 

 $D \rightarrow Ga$ 

Czynnik struktury dla pojedynczej komórki elementarnej:

$$F_{\rm D \to Ga} = 3 f_{\rm Ga} + f_{\rm D} - 4 f_{\rm As}$$

Sredni czynnik struktury dla całego kryształu:

$$F_{\rm D \to Ga} = 4[f_{\rm Ga} + (D/4N)(f_{\rm D} - f_{\rm Ga}) - f_{\rm As}]$$

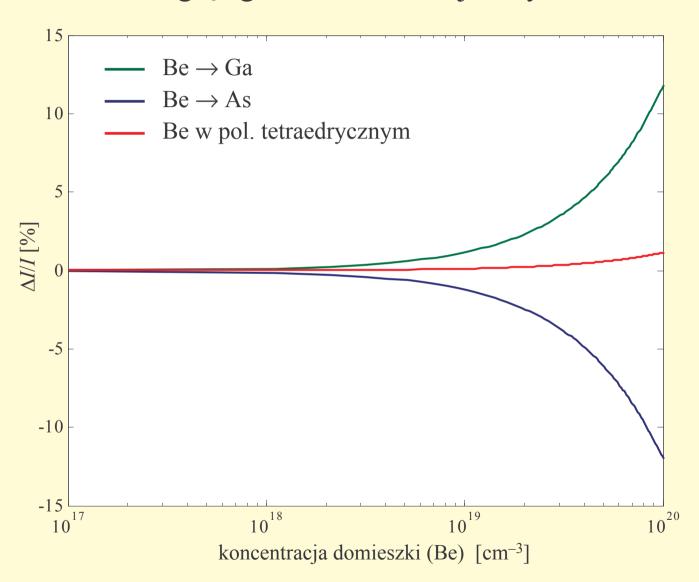
D – koncentracja domieszki [cm $^{-3}$ ]

*N* – liczba komórek elementarnych w 1 cm<sup>3</sup> arsenku galu

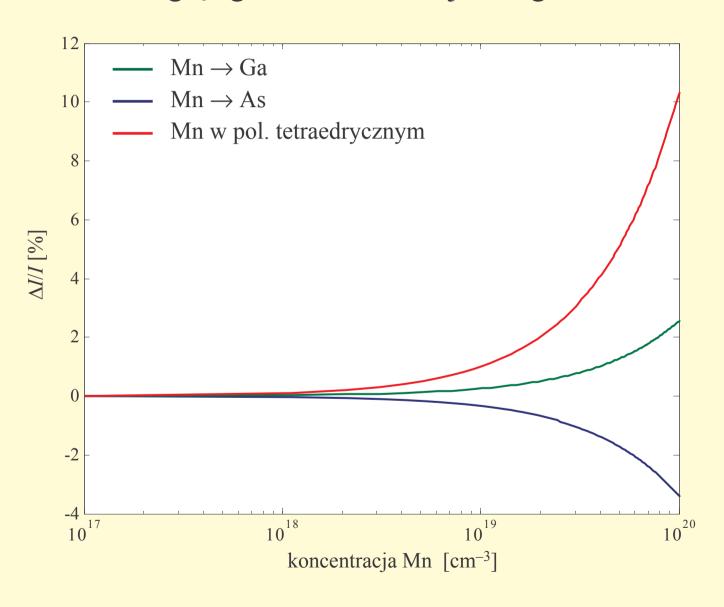
$$D \rightarrow As$$

$$F_{\rm D \to As} = 4[f_{\rm Ga} + (D/4N)(f_{\rm As} - f_{\rm D}) - f_{\rm As}]$$

### Teoretyczna zależność całkowitego natężenia promieniowania ugiętego od koncentracji berylu



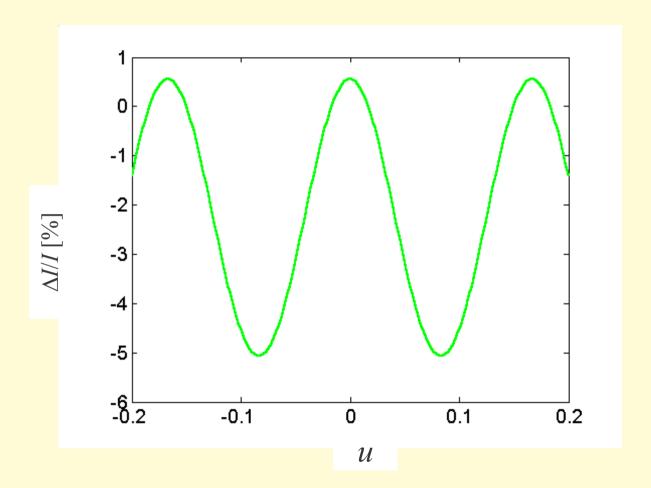
### Teoretyczna zależność całkowitego natężenia promieniowania ugiętego od koncentracji manganu



## Deformacja I strefy koordynacyjnej atomy Ga atomy As atomy domieszki

$$F_{00n} = 4[f_{Ga} + (D/4N)(f_{D} - f_{Ga}) - f_{As}(1 - D/N) - (D/N)f_{As}\cos(2\pi nu)]$$
  
gdzie  $u = d_{u}/(a\sqrt{3})$ 

Teoretyczna zależność całkowitego natężenia promieniowania ugiętego od przesunięcia atomów w I strefie koordynacyjnej



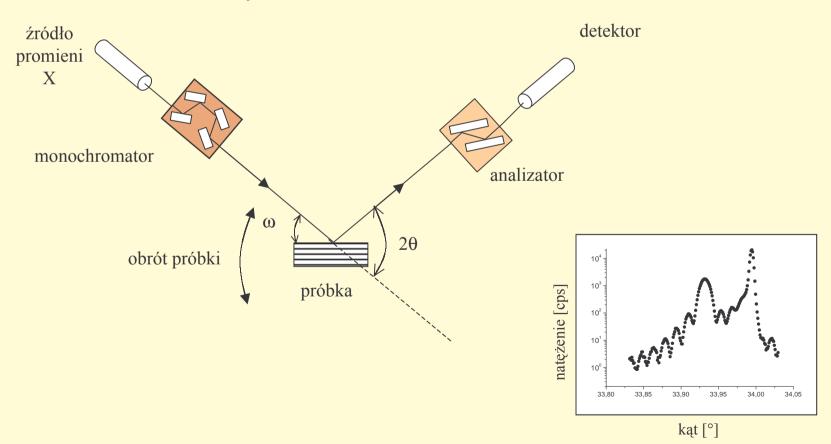
Refleks 006,  $c_{\text{Be}} = 10^{19} \text{ cm}^{-3}$ 

### Plan

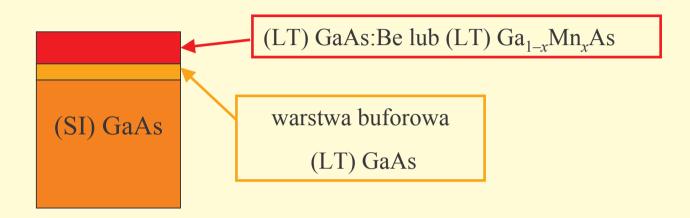
- Czynnik struktury
- Defekty punktowe
- Wpływ defektów punktowych na czynnik struktury
- Wyniki doświadczalne

## Schemat dyfraktometru wysokorozdzielczego

- •krzywa odbić
- •krzywa odbić z analizatorem



### Badane próbki



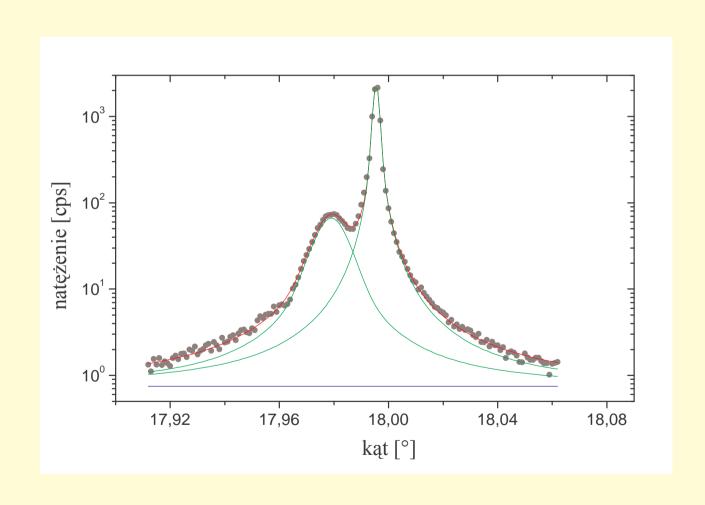
GaAs:Be

 $c_{\text{Be}} = 3 \cdot 10^{17}, 5 \cdot 10^{18} \text{ lub } 2 \cdot 10^{19} \text{ [cm}^{-3]}$ 

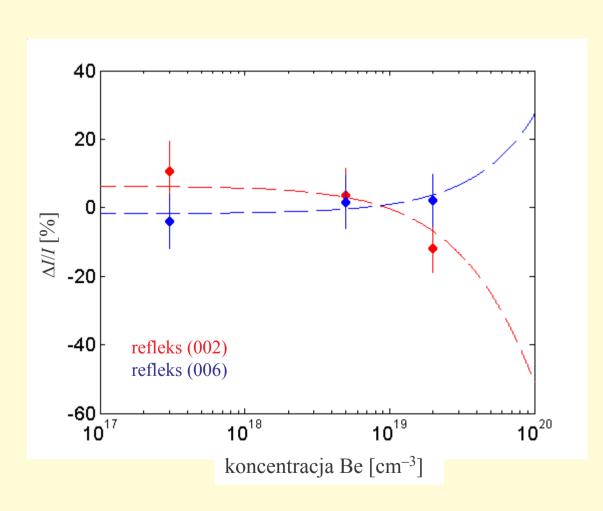
 $Ga_{1-x}Mn_xAs$ 

x = 0.005 - 0.2

## Krzywa odbić dla refleksu bardzo słabego 002 kryształ $Ga_{0,992}Mn_{0,008}As$



### Zależność całkowitego natężenia promieniowania ugiętego od koncentracji berylu



 $Be \rightarrow Ga$ 

Wyznaczone koncentracje defektów:

•As<sub>Ga</sub> = 
$$5 \cdot 10^{19} \text{ cm}^{-3}$$
,

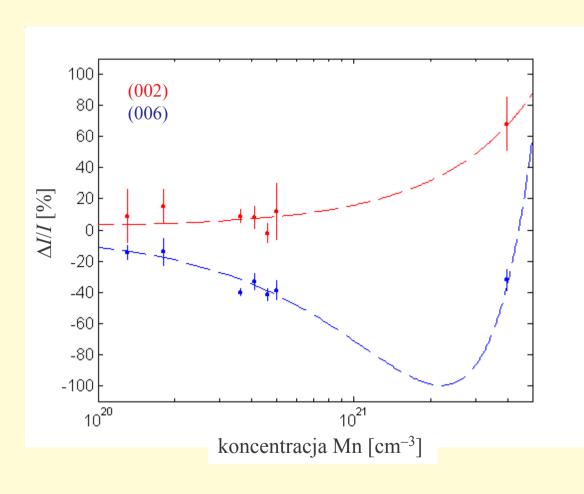
•
$$V_{Ga} = 7 \cdot 10^{19} \text{ cm}^{-3}$$
,

•As<sub>i</sub> = 
$$6 \cdot 10^{19} \text{ cm}^{-3}$$
.

Wyznaczone przesuniecia atomów:

- •w I strefie 1,66 Å,
- •w II strefie 0,21 Å,
- •hantle 3,19 Å.

### Zależność całkowitego natężenia promieniowania ugiętego od koncentracji manganu



Wyznaczone koncentracje defektów:

$$\bullet As_{Ga} = As_{Ga}(Mn)$$

$$\bullet V_{Ga} = 10^{20} \text{ cm}^{-3},$$

$$As_i = 8 \cdot 10^{19} \text{ cm}^{-3}$$

•Mn<sub>Ga</sub> = 
$$81\%$$
,

Wyznaczone przesuniecia atomów:

- •w I strefie 0,29 Å,
- •w II strefie 0,09 Å,
- •hantle 2 Å.

### Zalety metody

- uśrednia fluktuacje koncentracji defektów
- nieniszcząca
- nie wymagająca specjalnego przygotowania próbek