Estado Sólido

Abel Doñate Muñoz

Contents

1	Esti	ructura cristalina	2		
	1.1	Redes cristalinas, base primal y dual	2		
	1.2	Clasificación de redes cristalinas	2		
		1.2.1 Símbolo de Pearson	2		
		1.2.2 Grupos de simetría	2		
	1.3	Descripción de las redes cristalinas más comunes	3		
		1.3.1 FCC y BCC	3		
		1.3.2 Estructura hexagonal	3		
	1.4	.4 Difracción			
2	Din	ámica de cristales	4		
	2.1	Dulong-Petit model	4		
	2.2 Modelo de Einstein				
	2.3	Modelo de Debye	5		

1 Estructura cristalina

1.1 Redes cristalinas, base primal y dual

Definition (Red). Una red es un conjunto infinito de puntos generado por el set de vectores

$$R = n_1 \overline{a} + n_2 \overline{b} + n_3 \overline{c} \qquad n_i \in \mathbb{Z}$$

Definition (Celda unidad). Una celda unidad es una region de el espacio que puede teselar el espacio. Si sólo contiene un punto de la red, se dice que es primitiva.

Definition (Célula de Wigner-Seitz). Dado un punto de la red, la celda de Wigner-Seitz es el espacio de los puntos más cercanos a el punto que a cualquier otro punto.

Definition (Base). Una base de un sistema cristalino es un conjunto de tres vectores linealmente independientes $\{\overline{a}, \overline{b}, \overline{c}\}$. Su base dual $\{\overline{a}^*, \overline{b}^*, \overline{c}^*\}$ se puede calcular de las siguientes maneras:

$$a^* = \frac{b \times c}{V}, \quad b^* = \frac{c \times a}{V}, \quad c^* = \frac{a \times b}{V} \qquad \delta \qquad (\overline{a}^*, \overline{b}^*, \overline{c}^*) = \begin{pmatrix} \overline{a}^T \\ \overline{b}^T \\ \overline{c}^T \end{pmatrix}^{-1}$$

Formalmente la base dual debería ir multiplicada por 2π por estar en el espacio de las k, pero en estos apuntes multiplicaremos por 2π cuando haga falta.

Cada red primal tiene su red dual definida de la misma forma que definimos red, pero con combinaciones enteras de los vectores duales (multiplicados por 2π). Cada red de Bravais transforma en una red de Bravais.

1.2 Clasificación de redes cristalinas

1.2.1 Símbolo de Pearson

El símbolo de Pearson consiste en dos letras y un número con el formato aA0. La primera letra especifica la familia del cristal. La segunda el tipo de centro. El número final indica la cantidad de átomos en la célula unidad.

a	triclínica	
m	monoclínica	
0	ortorómbica	
t	tetragonal	
h	hexagonal	
c	cúbica	

P	Primitiva
\overline{S}	Centrada en una cara
I	Centrada en el cuerpo
R	Centrada romboidal
\overline{F}	Centrada en las caras

Esto nos proporciona las 14 posibles redes de Bravais

Triclínico	Monoclínico	Ortorómbico	Tetragonal	Hexagonal	Cúbico
aP	mP, mS	oP, oS, oF, oI	tP, tI	hP, hR	cP, cF, cI

1.2.2 Grupos de simetría

Pa otro dia jeje

1.3 Descripción de las redes cristalinas más comunes

1.3.1 FCC y BCC

Calculamos ahora la base primal y dual de la célula FCC. Observamos que los vectores escogidos generan toda la red cristalina, por lo la célula que generan es una célula primitiva.

$$\begin{cases} \overline{a} = \frac{1}{2}(1 \ 1 \ 0) \\ \overline{b} = \frac{1}{2}(0 \ 1 \ 1) \end{cases} \qquad V = \frac{1}{8} \det(a \ b \ c) = \frac{1}{4} \quad \Rightarrow \begin{cases} \overline{a}^* = (1 \ 1 \ -1) \\ \overline{b}^* = (-1 \ 1 \ 1) \\ \overline{c}^* = (1 \ -1 \ 1) \end{cases}$$

Calculamos ahora la base primal y dual de la célula BCC. Como en el caso de la FCC, los vectores escogidos generan toda la red cristalina, por lo la célula que generan es una célula primitiva.

$$\begin{cases} \overline{a} = \frac{1}{2}(1 \ 1 \ -1) \\ \overline{b} = \frac{1}{2}(-1 \ 1 \ 1) \end{cases} \qquad V = \frac{1}{8} \det(a \ b \ c) = \frac{1}{2} \quad \Rightarrow \begin{cases} \overline{a}^* = (1 \ 1 \ 0) \\ \overline{b}^* = (0 \ 1 \ 1) \\ \overline{c}^* = (1 \ 0 \ 1) \end{cases}$$

De estos cálculos podemos deducir que las redes FCC y BCC son duales, es decir, cuando hacemos el dual de una de ellas con parámetro de red a nos aparece la otra con parámetro de red $\frac{2}{a}$, o $\frac{4\pi}{a}$ en el caso de que trabajemos en el espacio de las k. Este resultado es bastante importante tenerlo en cuenta a lo largo del curso, ya que las estructuras FCC y BCC son de las más comunes en cristalografía.

1.3.2 Estructura hexagonal

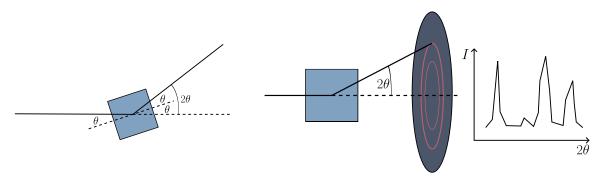
Si tenemos la siguiente red cristalina (por ejemplo, sea grafeno), es importante notar que los átomos de esta red no forman una red de Bravais, ya que no son iguales desde cualquier átomo. La red de bravais vendrá dada por los vectores que hemos señalado, y tendrá un motivo de 2 átomos.

$$\begin{cases} \overline{a} = (1,0) \\ \overline{b} = (-\frac{1}{2}, \frac{\sqrt{3}}{2}) \end{cases} \qquad V = \det(\overline{a} \ \overline{b}) = \frac{\sqrt{3}}{2} \Rightarrow \begin{cases} \overline{a}^* = \frac{2\sqrt{3}}{3}(\frac{\sqrt{3}}{2}, \frac{1}{2}) \\ \overline{b}^* = \frac{2\sqrt{3}}{3}(0,1) \end{cases}$$

Por lo que la dual de una red hexagonal de parámetro a es otra hexagonal de parámetro $\frac{2\sqrt{3}}{3a}$

1.4 Difracción

La difracción de Bragg se produce cuando, al tener dos planos paralelos hacemos incidir una onda con un ángulo θ . Para que tenga lugar la interferencia constructiva ha de cumplirse $n\lambda = 2d\sin\theta$, conocida como ley de Bragg.



Definition (Factor de estructura). Definimos el factor de estructura como

$$F_{hkl} = \sum_{p} f_{p} e^{-i_{2}\pi \overline{g}_{hkl} \cdot \overline{r}_{p}}$$

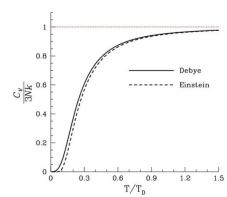
Donde la suma es con respecto a todos los átomos de la celda unidad y r_p es la posición de cada átomo dentro de la celda.

Es interesante haber definido este factor de estructura porque cuando radiamos en el plano \overline{g}_{hkl} , la intensidad medida es $|F_{hkl}|^2$. Si el factor de estructura se extingue para ese plano, entonces no se medirá intensidad en esa dirección.

$\mathbf{2}$ Dinámica de cristales

En esta sección veremos tres modelos diferentes de propagación de ondas por la red cristalina.

- 1. Dulong-Petit Los átomos vibran independientemente. Clásico. C_v independiente de la temperatura.
- 2. Einstein Los átomos vibran independientemente. Cuántico. C_v coincide para temperaturas altas pero falla para
- 3. Debye Los átomos vibran dependiendo del vecino próximo. Cuántico. Aproximación dispersión lineal. C_v refleja la dependencia cúbica experimental para temperaturas bajas.



Dulong-Petit model 2.1

Este calculo se realiza utilizando física estadística básica y resulta en $C_v = 3Nk_b$. Sólo funciona para temperaturas altas, donde no hay prácticamente efectos cuánticos.

2.2 Modelo de Einstein

Este modelo está basado en el oscilador harmónico cuántico. Si suponemos que en la red cristalina se comportan todos los átomos como osciladores harmónicos cuánticos, entonces podemos calcular su función grancanónica

$$E_n = \hbar\omega(n + \frac{1}{2})$$
 \Rightarrow $Z_1 = \frac{1}{2\sinh(\frac{\beta\hbar\omega}{2})},$ $\langle E_1 \rangle = -\frac{\partial}{\partial\beta}\ln Z_1 = \frac{\hbar\omega}{2}\coth\left(\frac{\beta\hbar\omega}{2}\right)$

Pero debemos tener en cuanta que hay 3 dimensiones y N partículas, por lo que debemos multiplicar por 3 en la energía media. Ahora podemos calcular también la capacidad calorífica C_v .

$$\langle E \rangle = \frac{3}{2} N \hbar \omega \coth\left(\frac{\beta \hbar \omega}{2}\right) \quad \Rightarrow \quad C_v = \frac{\partial \langle E \rangle}{\partial T} = 3N k_B (\beta \hbar \omega)^2 \frac{e^{\beta \hbar \omega}}{(e^{\beta \hbar \omega} - 1)^2}$$

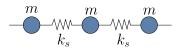
Definimos ahora $T_E = \frac{\hbar \omega_E}{k_B}$. Vamos a ver que pasa en los limites de temperatura.

- Si $T \gg T_E$ \Rightarrow $C_v = 3Nk_b$ Si $T \ll T_E$ \Rightarrow $C_v = 3Nk_b(\frac{T_E}{T})^2 \frac{1}{\sinh^2(\frac{T_E}{2T})}$

Observamos que, como es de esperar, para temperaturas altas el modelo cumple la ley de Dulong-Petit, pero para bajas no cumple la expectativa experimental de $C_v \sim T^3$.

2.3 Modelo de Debye

Comenzamos analizando una cadena de átomos cuya única fuerza entre ellos es modelizable mediante la ley de Hook con una constante de muelle k_s . Si r_n es la posición de cada átomo y $x_n = r_n - na$ el desplazamiento con respecto al punto de equilibrio tenemos:



$$F_n = m\ddot{x}_n = k_s(x_{n+1} + x_{n-1} - 2x_n)$$

Suponemos (oh, sorpresa) que la solución es una oscilación armónica de la forma $x_n = Ae^{i(kna-\omega t)}$. Calculamos ahora como debe se la ω en función de la k.

$$-m\omega^2 A e^{i(kna-\omega t)} = k_s A e^{i(kna-\omega t)} \left(e^{ika} + e^{-ika} - 2 \right) = -4k_s \sin^2 \left(\frac{ka}{2} \right) \Rightarrow \omega = 2\sqrt{\frac{k_s}{m}} \left| \sin \left(\frac{ka}{2} \right) \right|$$

Lo que se conoce como ecuación de dispersión. Observamos que en la zona cercana a k=0 podemos aproximar a una dispersión casi lineal $\omega=\nu k$. Si tomamos esta aproximación hasta una frecuencia de corte dada ω_D , podemos calcular esta frecuencia de corte como

$$3N = \int_0^{\omega_D} 3g(\omega) d\omega = \int_0^{\omega_D} 3\frac{V}{2\pi^2\nu^3} \omega^2 d\omega = \frac{V}{2\pi^2\nu^3} \omega_D^3 \Rightarrow \boxed{\omega_D = \sqrt[3]{\frac{6\pi^2\nu^3 N}{V}}}$$

donde hemos contado cada partícula y cada estado 3 veces y hemos usado

$$\omega = \nu k, \qquad g(k) = \frac{V}{2\pi^2} k^2, \qquad g(\omega) = \frac{V}{2\pi^2 \nu^3} \omega^2$$

Calculamos ahora la energía media para calcular la capacidad calorífica

$$\langle E \rangle = \int_0^{\omega_D} \hbar \omega 3g(\omega) \left(\frac{1}{e^{\beta \hbar \omega} - 1} + \frac{1}{2} \right) d\omega = E_0 + \frac{3V\hbar}{2\pi^2 \nu^3} \int_0^{\omega_D} \frac{\hbar \omega^3}{e^{\beta \hbar \omega} - 1} d\omega$$
$$(x = \frac{\hbar \omega}{k_B T}), \quad T_D := \frac{\hbar \omega}{k_B} \quad \Rightarrow \boxed{\langle E \rangle = \frac{3V k_B^4 T^4}{2\pi^2 \nu^3 \hbar^3} \int_0^{\frac{T_D}{T}} \frac{x^3}{e^x - 1} dx}$$

Estudiamos ahora que pasa con capacidad calorífica $C_v = \frac{\partial \langle E \rangle}{\partial T}$ en los extremos:

• Si
$$T\gg T_D$$
 \Rightarrow $\langle E\rangle\sim 3Nk_BT$ \Rightarrow $C_v\sim 3Nk_B$

• Si
$$T \ll T_D$$
 \Rightarrow $\langle E \rangle \sim \frac{3\pi^4 N k_B T^4}{5T_D^3}$ \Rightarrow $C_v \sim \frac{12\pi^4}{5} N k_B \left(\frac{T}{T_D}\right)^3$

donde hemos usado $\int_0^\infty \frac{x^3}{e^x - 1} dx = \frac{\pi^4}{15}$.

Observamos como este modelo si que refleja la dependencia cúbica observada experimentalmente.