

УДК 539.374.1

ISSN 1729-4428

Е.П. Штапенко, В.О. Заблудовський, Є.О. Воронков, В.В. Дудкіна

## Квантово-механічний підхід до визначення модуля Юнга для металів з кубічною решіткою

Дніпропетровський національний університет залізничного транспорту ім. ак. В. Лазаряна,  
Україна, 49010 Дніпропетровськ, вул. Лазаряна, 2

У статті запропонований квантово-механічний підхід для розрахунку модуля Юнга металів. Модуль Юнга визначається відношенням зміни повної енергії кристалічної решітки в певному кристалографічному напрямку до зміни об'єму в даному кристалографічному напрямку. Енергію кристалічної решітки знаходили в наближенні теорії функціонала густини (ТФГ). Знайдено модулі Юнга в різних кристалографічних напрямках для заліза з об'ємноцентрованою решіткою, нікелю та міді з гранецентрованою кубічною решіткою. Проведено порівняння теоретичних значень модуля Юнга з експериментальними для електроосадження плівок цих металів.

**Ключові слова:** модуль Юнга, квантово-механічний підхід, енергія кристалічної решітки, теорія функціонала густини

*Стаття поступила до редакції 25.05.2013; прийнята до друку 15.12.2013.*

### Вступ

Розвиток фізики міцності і пластичності пов'язано з теоретичним прогнозуванням міцнісних властивостей матеріалу. Теоретичні значення міцнісних властивостей, зокрема модуля пружності, необхідні для вирішення багатьох завдань. Крім того, існуючі методи розрахунку модуля Юнга обмежуються деякими середніми значеннями і не дозволяють визначити модулі Юнга для різних кристалографічних напрямків  $[hkl]$ .

Міцнісні властивості будь-якого кристалічного матеріалу залежать, в першу чергу, від сил міжмолекулярної або міжатомної взаємодії. У першу чергу, це стосується монокристалічних зразків, в яких руйнування кристала відбувається тільки уздовж певних площин і пов'язані з розривом зв'язків в кристалічній комірці. У той же час, для полікристалічних матеріалів, руйнування може проходити по міжфазним границям.

У даній роботі наводяться теоретичні та експериментальні значення модуля пружності у різних кристалографічних напрямках  $[hkl]$  для монокристалів та полікристалів заліза, нікелю та міді, отримані з використанням квантово-механічного підходу.

### I. Методика розрахунку модуля юнга

У всіх відомих методах розрахунку модуля Юнга

основним є визначення сил або енергії зв'язку між найближчими атомами, іонами або молекулами, залежно від типу кристалічної структури. Для металевих матеріалів таким є взаємодія іонів. Так, наприклад, у ряді методик для розрахунку модуля Юнга використовується тільки кулонівська взаємодія [1, 2], яка, на наш погляд, недостатньо повно описує енергію взаємодії в кристалічній решітці. В [3] для визначення модуля пружності матеріалу з кристалічною структурою використовується сума теплоти плавлення і теплоти пароутворення, тобто енергія сублімації. У ряді робіт для знаходження енергії використовується квантово-механічний підхід. Так, наприклад, в роботі [4] використовувалось наближення Хартрі-Фока, яке в деяких випадках дає хороший результат, однак не враховує ефекти електронної кореляції, а в [5] електронна кореляція враховується функціоналом, що не містить градієнта електронної густини, і, крім того, в розрахунках повних енергій і енергій зв'язку не робиться поправка на кінцевий розмір використованого базисного набору, який, у свою чергу, не оптимізований у всьому конфігураційному просторі, а містить різні значення параметрів для різних його областей і пружні константи розраховувалися за емпіричною формулою [6].

У даній роботі модуль Юнга визначали відношенням зміни повної енергії кристалічної решітки ( $DW$ ) до зміни об'єму в даному кристалографічному напрямку ( $DV_{hkl}$ ) [7]:

$$E_{hkl} = \frac{\Delta W}{\Delta V_{hkl}}, \quad \Delta V_{hkl} = V_{hkl} - V_0 = eV_0 \quad (1)$$

де  $V_{hkl}$  - об'єм деформованої кристалічної решітки,  $V_0$  - початковий об'єм недеформованої решітки,  $e$  - відносна деформація.

Під зміною повної енергії кристалічної решітки ми розуміємо різницю між повною енергією кристала в недеформованому стані ( $W_0$ ) і повною енергією кристала деформованого в напрямку [hkl] ( $W$ ):

$$\Delta W = W - W_0 \quad (2)$$

Для розрахунку повних енергій кристала в недеформованому стані і деформованому в напрямку [hkl] нами використаний квантово-механічний підхід, заснований на використанні теорії функціонала густини (ТФГ), яка за останні два десятиліття міцно зайняла місце одного з найпопулярніших методів розрахунку електронної структури атомів, молекул, кластерів і твердих тіл. Зростаюча популярність ТФГ обумовлена, насамперед, поєднанням високої

точності, яка часто конкурює з точністю строгих багаточасткових методів врахування електронної кореляції, з досить помірними вимогами до обчислювальних ресурсів, які на сьогоднішній день дозволяють проводити розрахунки великих систем.

При розрахунках  $W$  будувалася кристалічна решітка, яка потім добудовувалася в трьох напрямках, тим самим, створюючи об'ємний кристал з об'ємом  $V_0$ . Моделювання деформації розтягування кристала проводили за різними кристалографічними напрямками, для кожного з яких визначали геометричну конфігурацію з об'ємом  $V_{hkl}$ . За літературними даними [8], пружна деформація в металах не повинна перевищувати десяті частки відсотка. У своїх розрахунках, ми розтягували кристал на 0,1% в одному з кристалографічних напрямків, при цьому інші параметри кристалічної решітки залишалися незмінними.

У теорії функціонала густини повна енергія системи ( $W, W_0$ ) визначається наступним чином:

$$W = U - \frac{1}{2} \sum_{i=1}^{N_{\text{заполн}}} \int f_i^*(r) \nabla^2 f_i(r) dr - \sum_K Z_K \int \frac{\rho(r)}{|r-R_K|} dr + \frac{1}{2} \iint \frac{\rho(r)\rho(r')}{|r-r'|} dr dr' + E_{XC}[\rho] \quad (3)$$

У згорнутому вигляді вираз (3) має вигляд:

$$W = U + T_S \left\{ f_i(r) \right\}_{i=1}^{N_{\text{заповн}}} + V_{ne}[\rho] + J[\rho] + E_{XC}[\rho], \quad (4)$$

де  $Z_K$  і  $R_K$  – заряд і просторові координати нерухомого ядра з номером К відповідно, і електронна густина

$$\rho(r) = \sum_{i=1}^{N_{\text{заповн}}} |f_i(r)|^2, \quad (5)$$

де  $\phi_i(r)$  - одноелектронна Кон-Шемівська (молекулярна) орбіталь.

У правій частині рівняння (4) перший член  $U$  - потенційна енергія взаємодії ядер, другий -  $T_s$  описує електронну кінетичну енергію, третій  $V_{ne}$  - тяжіння електронів до ядер, четвертий  $J$  - класичний внесок в енергію міжелектронного відштовхування, і останній внесок  $E_{xc}$  - обмінно-кореляційний функціонал, що включає статичну електронну кореляцію. Подальший розвиток ТФГ обумовлено появою узагальненого градієнтного наближення (УГН) [9], в якому обмінно-кореляційний функціонал, крім електронної густини як такої, використовує інформацію про її неоднорідності шляхом включення абсолютноного значення градієнта густини:

$$E_{XC}^{UGH} = \int \varepsilon_{XC}^{UGH} \left[ \rho_\alpha(r), |\nabla \rho_\alpha(r)|; \rho_\beta(r), |\nabla \rho_\beta(r)| \right] dr, \quad (6)$$

де  $\rho_\alpha$  і  $\rho_\beta$  - густини альфа і бета електронів відповідно.

Гіbridні функціонали, що представляють рівняння (6) у вигляді лінійної комбінації обмінного та кореляційного функціоналів з різними ваговими множниками, які визначаються емпірично, забезпечують баланс між усуненням самовзаємодії та врахуванням нединамічної кореляції.

Одним з таких функціоналів є гіbridний

функціонал Бейкера-Пердью - ВР86, який складається з обмінного слейтерівського функціоналу Бейкера - В [9], що включає градієнт густини, і кореляційного функціоналу Пердью-Р86 [10]. Вибір даного функціоналу обумовлений наявністю обмеженого числа емпіричних параметрів і використовується для врахування різних видів електронної кореляції в розрахунках металевих комплексів.

Всі розрахунки проводилися за допомогою пакету програм GAUSSIAN 03 [11] в валентно-розділеному базисі гаусsovих контрактованих атомних орбіталей 6-31g(d) з додаванням поляризаційних d-орбіталей для правильного опису симетрії електронних рівнів металів. Крім того, в процесі обчислень повних електронних енергій кристала і його фрагментів проводилося врахування поправки до енергії, обумовленої неповнотою кінцевого базисного набору атомних орбіталей. Температура при розрахунках вибиралася 295 К.

## II. Експеримент

Для визначення модуля Юнга використовували плівки заліза, нікелю та міді, отримані електроосадженням. Осадження проводили уніпольярним, біпольярним та програмним імпульсним струмом, а також, для порівняння, на постійному струмі. Електроліз здійснювали з розчинів електролітів наступних складів, в г / л: мідь -  $CuSO_4 \times 5H_2O$  - 250;  $H_2SO_4$  - 75; нікель -  $Ni_2SO_4 \times 7H_2O$  - 300 г / л,  $H_3BO_3$  - 30 г / л,  $Na_2SO_4$  - 50 г / л; залізо -  $FeCl_2 \times 4H_2O$  - 410 ÷ 450,  $NaBr$ -0,5 ÷ 1,  $H_2SO_4$  -

Таблиця 1

Тонка структура і енергія кристалічних решіток для напрямків [100], [110] для нікелю, міді, і заліза

Метал	Тип решітки	$a$ , нм	$\rho$ , см <sup>-2</sup>	$W_{\text{повн}}, 10^{-19}\text{Дж}$	[100]		[110]	
					$W_{\text{hkl}}, 10^{-19}\text{Дж}$	$\Delta W_{\text{hkl}}, 10^{-19}\text{Дж}$	$W_{\text{hkl}}, 10^{-19}\text{Дж}$	$\Delta W_{\text{hkl}}, 10^{-19}\text{Дж}$
Ni	ГЦК	0,3524	---	-21116,57541	-21116,494448	0,080962	-21116,48278	0,09263
		0,3520	$2 \times 10^{11}$	-21115,16952	-21115,097121	0,072399	-21115,08636	0,08316
		0,3516	$10^{12}$	-21115,78923	-21115,713165	0,076065	-21115,70083	0,0884
Cu	ГЦК	0,3615	---	-22967,14687	-22967,10199048	0,044879	-22967,08952	0,05735
		0,3613	$3 \times 10^9$	-22966,85634	-22966,818609	0,037731	-22966,80731	0,04903
		0,3611	$7 \times 10^{10}$	-22966,25438	-22966,214829	0,039551	-22966,19845	0,05593
Fe	ОЦК	0,2866	---	-11373,02347	-11372,98109584	0,0423742	-11372,9742	0,04927
		0,2864	$8 \times 10^{10}$	-11372,53624	-11372,498418	0,037822	-11372,49175	0,04449
		0,2861	$7 \times 10^{11}$	-11372,43627	-11372,3969274	0,0393426	-11372,39058	0,04569

Таблиця 2

Теоретичні та експериментальні значення модуля Юнга для монокристалів та полікристалів нікелю, міді, і заліза для напрямків [100], [110].

Метал	$a$ , нм	$\rho$ , см <sup>-2</sup>	$V_0, 10^{-30}\text{м}^3$	[100]			[110]			$E_{\text{експ}}, \text{ГПа}$
				$V_{\text{hkl}}, 10^{-30}\text{м}^3$	$\Delta V_{\text{hkl}}, 10^{-30}\text{м}^3$	$E_{\text{hkl}}, \text{ГПа}$	$V_{\text{hkl}}, 10^{-30}\text{м}^3$	$\Delta V_{\text{hkl}}, 10^{-30}\text{м}^3$	$E_{\text{hkl}}, \text{ГПа}$	
Ni	0,3524	---	43,7631	43,8069	0,0438	185	43,807	0,0439	211	---
	0,3520	$2 \times 10^{11}$	43,614	43,6576	0,0436	166	43,658	0,044	189	172
	0,3516	$10^{12}$	43,4657	43,5092	0,0434	175	43,5099	0,0442	200	189
Cu	0,3615	---	47,2416	47,2888	0,0472	95	47,289	0,0474	121	---
	0,3613	$3 \times 10^9$	47,1633	47,2105	0,0471	80	47,21	0,0467	105	82
	0,3611	$7 \times 10^{10}$	47,085	47,1321	0,0471	84	47,132	0,047	119	92
Fe	0,2866	---	23,5412	23,5647	0,0235	180	23,565	0,0238	207	---
	0,2864	$8 \times 10^{10}$	23,4919	23,5154	0,0235	161	23,516	0,02405	185	175
	0,2861	$7 \times 10^{11}$	23,4182	23,4416	0,0234	168	23,442	0,0238	192	182

$1,2 \div 1,9$  і  $\text{HCl}$  до  $\text{pH } 0,8 \div 1,4$ . Температура розчинів електролітів підтримувалася постійною і рівною  $295\text{ K}$ . Частота проходження імпульсів струму ( $f$ ) змінювалася від  $30$  до  $1000\text{ Гц}$ . Шпаруватості імпульсів струму ( $Q$  - відношення періоду до тривалості імпульсу) змінювалася від  $2$  до  $32$ . Середня густина імпульсного струму ( $j_{\text{cep}}$ ) залишалася незмінною рівною  $100\text{ A/m}^2$ . В якості анодів при електроосадженні використовували пластини з чистих металів. Це дозволяло підтримувати постійної концентрацію іонів металу, що позитивно впливало на повторюваність дослідів.

Для дослідження тонкої структури металевих плівок використовували рентгенівське обладнання - дифрактометр ДРОН-2.0 із застосуванням сцинтиляційної реєстрації. Період кристалічної решітки визначали по видимому максимуму дифракційної лінії з урахуванням її ширини і поправки на геометрію зйомки [12]. Точність періоду решітки становила  $0,0001\text{ nm}$ . Припускаючи, що дислокації в електролітичних металевих плівках, розташовані в основному по межах блоків, густину дислокацій ( $\rho$ ) металевих плівок після осадження оцінювалася по істинному фізичному уширенню дифракційної лінії [13].

В якості підкладки був обраний тантал, з яким вищевказані метали мають дуже низьку адгезійну міцність. Металеві плівки отримували товщиною  $20 \div 50\text{ мкм}$ , механічно відділялися від танталової підкладки й готовалися для вимірювання пружних властивостей. Експериментальні значення модуля Юнга ( $E_{\text{експ}}$ ) визначали на розривній машині ІП 5158-1,0, межа точності вимірювання  $\pm 2\%$ .

### III. Результати та обговорення

Експериментальні значення модуля Юнга полікристалічних матеріалів, які отримані у випробуваннях на розрив, менше теоретичних. Тому для розрахунку за формулою (1) теоретичного значення модуля Юнга реальних кристалічних матеріалів, необхідно було на початку змоделювати кристалічну структуру, наблизену до реальної. Для цього отримані плівки досліджувалися на тонку

структурою і моделювалася кристалічна решітка з урахуванням даних періоду кристалічної решітки. При використанні формули (1), значення модуля Юнга виходили в певних кристалографічних напрямках  $[hkl]$ .

У таблиці 1 наведені значення повних енергій кристалічних решіток в недеформованому ( $W_0$ ) і деформованому стані ( $W$ ), розрахованих за формулою (3), для монокристалів та полікристалів нікелю та міді з ГЦК решітками, і заліза з ОЦК решітками в напрямку  $[100]$ ,  $[110]$ .

У таблиці 2 наведені значення модуля Юнга, розраховані за формулою (1) для монокристалів та полікристалів ( $E_{hkl}$ ) у напрямку  $[100]$ ,  $[110]$ , та проведено порівняння з експериментальними даними ( $E_{\text{експ}}$ ) для полікристалічних плівок.

З таблиці 2 видно, що результати розрахунків модуля Юнга з використанням квантово-механічного підходу, задовільно узгоджуються з експериментальними значеннями. Експеримент і розрахунки показали, що збільшення густини дислокацій призводить до збільшення модуля Юнга, що добре узгоджується з гіпотетичною діаграмою Одінга [14].

### Висновок

Застосування квантово-механічного підходу дозволяє розраховувати механічні властивості для монокристалічних матеріалів, зокрема значення модуля Юнга, у різних кристалографічних напрямках. Крім того, моделюючи реальну структуру кристалів можна розраховувати модулі Юнга для полікристалів.

**Заблудовський В.О** - доктор технічних наук, професор, завідувач кафедри фізики;  
**Штапенко Е.П.** - кандидат фізиго-математичних наук, доцент кафедри фізики;  
**Воронков Е.О.** - кандидат фізиго-математичних наук, доцент кафедри фізики;  
**Дудкіна В. В.** - кандидат фізиго-математичних наук, доцент кафедри фізики;

- [1] I.H. Badamshin, Patent 2226266 RF, MPK7 G 01 N 3/00. Bjul. № 9 ot 27.03.2004.
- [2] I.H. Badamshin, Patent 2277703 RF, MKI6 G 01 N 3/00. Bjul. № 16 ot 10.01.2006.
- [3] A.M. Poljanskij, V.A. Poljanskij, Patent №2366921 RF, MPK51 G 01 N3/00. Bjul. №7 ot 10.09.2009.
- [4] M.A. Shtremel', Prochnost' splavov. Ch.1 (MISiS, Moskva, 1999).
- [5] M.J. Mehl, In Intermetallic compounds: principles and practice, 1, 195 (1994).
- [6] E. Schreiber, O.L. Anderson, N. Soga, Elastic Constants and Their Measurement (McGraw-Hill, New York, 1974).
- [7] Je.F. Shtapenko, E.O. Voronkov, Fizika i ximija obrabotki materialov 1, 61 (2013).
- [8] G. Shul'ce, Metallofizika (Moskva: Mir: 1971) (per. s nem.).
- [9] A.D. Becke, Phys. Rev. A, 38, 3098 (1988).
- [10] J. P. Perdew, Phys. Rev. B, 33, 8822 (1986).
- [11] M. J. Frisch, G. W. Trucks and others Gaussian 03 (Wallingford CT, 2004).
- [12] I.A. Brazgin, V.D. Danilov, L.F. Zezulina, Zavodskaja laboratoriya 9, (1971).

- [13] S.S. Gorelik, Ju.A. Skakov, L.N. Rastorguev, Rentgenograficheskij i elektronno-opticheskij analiz (MISIS, Moskva, 1994).
- [14] I.A. Oding, Izvestija AN SSSR. OTN, 12, (1948).

E.Ph. Shtapenko, V.A. Zabludovsky, E.O. Voronkov, V.V. Dudkina

## **Quantum Mechanical Approach to Identify Young's Modulus for Metals With a Cubic Lattice**

*Dnepropetrovsk National University of Railway Transport them. ak. B. Lazarian, Dnepropetrovsk, Ukraine*

This paper proposes a quantum-mechanical approach to calculate the Young's modulus of metals. Young's modulus is determined by the ratio of change in the total energy of the crystal lattice in a particular crystallographic direction of change in the crystallographic direction. The energy of the crystal lattice are in approximation of density functional theory (DFT). Young's moduli are found in different crystallographic directions for iron grille with a body, nickel and copper with a face-centered cubic lattice. A comparison of the theoretical values of Young's modulus with experimental films electrodeposited for these metals.

**Keywords:** Young's modulus, the quantum-mechanical approach, the energy of the crystal lattice, of density functional theory.