УДК 544.31; 544.016

ISSN 1729-4428

М.В. Мороз¹, О.Г. Миколайчук², М.В. Прохоренко³, В.М. Мороз¹

Термодинамічні властивості проміжних фаз системи Ag-Bi-Se в інтервалі температур 535-578 К

¹Кафедра фізики Національного університету водного господарства та природокористування,

вул. Соборна, 11, Рівне, 33000, e-mail: <u>riv018@i.ua</u>

²Кафедра фізики металів Львівського національного університету імені Івана Франка,

вул. Кирила і Мефодія, 8а, Львів, 79005

³Кафедра картографії та геопросторового моделювання Національного університету Львівська політехніка, вул. Степана Бандери, 12, Львів, 79013

В гальванічних елементах C|Ag|AgI|скло Ag₂GeS₃|D|C (C – струмові електроди, D – гетерофазні сплави системи Ag–Bi–Se, AgI|Ag₂GeS₃ – двошарова мембрана з чисто іонною (Ag⁺) електропровідністю) здійснено синтез срібла з гетерофазними сплавами системи. Відомості про температурну залежність ерс гальванічних елементів в інтервалі 535-578 К використані для розрахунку значень термодинамічних функцій фаз β' -AgBiSe₂, Bi₂Se₃ та BiSe в стандартному стані.

Ключові слова: неорганічні системи, термодинаміка, термодинамічні функції.

Стаття поступила до редакції 21.04.2013; прийнята до друку 15.03.2014.

Вступ

Система Ag-Bi-Se (I) характеризується утворенням напівпровідникових сполук Ag₂Se, Bi₂Se₃, BiSe та AgBiSe₂ [1] Сплавам селеніду срібла та потрійної фази властивий поліморфізм. Структурні зміни в кристалах відбуваються при 404 К та 578 К відповідно, мають зміст фазового переходу першого роду та супроводжуються, згідно наших досліджень, близькими значеннями теплових ефектів. Температури конгруентного плавлення В-Ag₂Se, Bi₂Se₃ та α -AgBiSe₂ становлять 1170 К [2], 979 К [3] та 1035 К [4] відповідно. Для BiSe встановлено інконгруентний спосіб плавлення, 880 К [3]. Кристалохімія формування ковалентних зв'язків в AgBiSe₂ передбачає варіант квазівільного стану Ag⁺ в межах кристалічної ґратки [5]. Сплави з ґратками такої структури мають характеризуватись великими абсолютними значеннями іонної (Ag^{+}) електропровідності. В наших дослідженнях порошкоподібного AgBiSe₂ методом диференціально-термічного аналізу (ДТА), в інтервалі 300-570 К, встановлено зміни теплоємності сплаву при 450 К, 490 К та 535 К (±5 К). Структурні зміни характеризуються незначними тепловими ефектами, що проявляються у вигляді зломів на термограмах нагріву. Рентгенограми сплавів AgBiSe₂ загартованих від температур 470 К, 510 К та 560 К містять відмінності у наборі та інтенсивності інтерференційних максимумів. В даній роботі

структурні перебудови в кристалах низькотемпературної модифікації потрійної фази розглядаються як вияв політипізму: β'''' -AgBiSe₂ $\rightarrow \beta''$ -AgBiSe₂ $\rightarrow \beta''$ -AgBiSe₂ $\rightarrow \beta''$ -AgBiSe₂ $\rightarrow \alpha$ -AgBiSe₂ при температурах 450 K, 490 K, 535 K та 578 K відповідно. Термодинамічні властивості напівпровідникових сполук системи (І) вивчені недостатньо. Для α -Ag₂Se, Bi₂Se₃ та BiSe

встановлені значення ентальпії та ентропії утворення із елементів в стандартному стані ($p = 10^5 \, \Pi a$, $T = 298 \, \text{K}$) [6]. Для AgBiSe₂ відомості про значення термодинамічних функцій відсутні.

Мета роботи: використовуючи метод ерс [7], розрахувати значення термодинамічних функцій фаз β' -AgBiSe₂, Bi₂Se₃ та BiSe в інтервалі температур 535–578 К.

I. Методика експерименту

Розрахункам значень термодинамічних функцій передували експериментальні роботи по вивченню методами фізико-хімічного аналізу способу триангуляції субсолідусної частини *T*-*x*-простору (I), встановленню рівнянь потенціалоутворюючих реакцій в гальванічних елементах (електрохімічних комірках – ЕХК), вивченню залежності ерс (є) ЕХК від температури.

Синтез кристалічних та склоподібного сплавів здійснено сплавленням елементів напівпровідникової

чистоти у вакуумованих до тиску р ~ 1 Па кварцевих Скло складу Ag_2GeS_3 отримано ампулах. гартуванням розплаву у воду з льодом. Сплави подрібнювали розміру частинок ≤ 5 мкм. до Гомогенізуючий відпал кристалічних порошкоподібних сплавів здійснено при T = 560 К. В подальшому їх використовували для встановлення положення ліній двофазних рівноваг в триелементній *Т*-*х*-простору (I), виготовлення ЕХК. частині Контроль фазового складу сплавів здійснено методами рентгенофазового (PΦA), мікроструктурого та ДТА. РФА виконано на дифрактометрі STOE STADI Р з використанням програм STOE WinX^{POW} (версія 2.21) [8] та PowderCell (версия 2.3) [9].

Реакції срібла та гетерофазних сплавів (І) ЕХК злійснені в структури C|Ag|AgI|скло Ag₂GeS₃|D|C. Порошкоподібні складові комірок (С - графітові струмові електроди, срібло, *D* - гетерофазні сплави системи Ag-Bi-Se, AgI|скло Ag2GeS3 - двошарова мембрана з чисто іонною (Ag⁺) електропровідністю) впресовували в наскрізні отвори діаметром 2 мм, виготовленні у фторопластовій основі, густини до $\rho = (0,93 \pm 0,02) \rho_0$ де експериментально ρ_0 – визначена густина литих сплавів. Дослідження величини ерс комірок виконано в інтервалі 520-578 К (± 5 К) в газовій суміші Н₂ та Ar₂, взятих у молярному співвідношенні 1:9. при $p \approx 10^5$ Па. Повнота зв'язування дифундуючих Аg⁺ в рівноважну суміш фаз D підтверджена в окремих експериментах, шляхом РФА механічних сумішей порошкоподібних срібла та фаз D, витриманих у вказаному температурному інтервалі впродовж 7 - 10 хв. Значення є отримані безпосередньо вольтметром з вхідним опором $> 10^{10}$ Ом.

II. Результати експерименту та їх обговорення

На рис. 1 зображено ізотермічний переріз (І) при T = 298 K.Поділ концентраційного простору здійснюють лінії двофазних рівноваг між точкою складу потрійної фази та точками подвійних фаз Bi₂Se₃, BiSe, селену, вісмуту; між точками складу Ад₂Se та вісмуту. Встановлений поділ властивий всій субсолідусній частині Т-х-простору (І). Згідно рис. 1 синтез β'-AgBiSe₂, BiSe та β-Ag₂Se в EXК можливий за умови використання в якості структурного елемента *D* сплавів ділянок AgBiSe₂-Se-Bi₂Se₃, AgBiSe2-Bi2Se3-BiSe, AgBiSe2-BiSe-Bi ta Ag2Se-AgBiSe₂-Bi відповідно. Вибір кількісного співвідношення фаз для сплаву D в межах вказаних ділянок (I) є довільним. На рис. 2 зображено залежність ерс комірок від температури.

AgBiSe₂ належить до сімейства сполук складу $A^{I}B^{V}C_{2}^{VI}$ (*A* – Cu, Ag; *B* – As, Sb, Bi; *C* –S, Se, Te). Середня концентрація валентних електронів на один атом становить 4,5. Кристалохімія розглядає дві моделі утворення ковалентних зв'язків в $A^{I}B^{V}C_{2}^{VI}$ [5].



Рис. 1. Ізотермічний переріз *Т*–*х* простору системи Ад–Ві–Ѕе при *Т*=298 К: *1*, *2* – одно- та двофазні сплави відповідно.



Рис. 2. Температурні залежності ерс комірок C|Ag|AgI|скло $Ag_2GeS_3|D|C$ синтезу в D: 1, 3 – AgBiSe₂; 2 – AgBiSe₂, BiSe.

Одна з них передбачає здійснення зв'язків електронами, що описуються чистими атомними рфункціями. Для таких зв'язків характерна октаедрична координація атомів в ґратці. Експериментами встановлено, що більшість сполук $A^{I}B^{V}C^{VI}_{2}$ утворюють кубічну гратку типу NaCl. Друга модель утворення хімічних зв'язків враховує іонні стани атомів. Згідно такої схеми А та В віддають по одному електрону двом атомам С. Ковалентні зв'язки виникають лише між атомами В та С, які і забезпечують "жорсткий каркас" гратки. Іони А⁺ є квазівільними, знаходяться в середині ґратки та забезпечуть її електронейтральність. Сплави з гратками такої структури мають характеризуватись

значними абсолютними значеннями іонної (Cu⁺, Ag⁺) складової електропровідністі. Для кристалічних різновидностей низькотемпературної модифікації потрійної фази (β -AgBiSe₂, T < 578 K) прогнозується відмінність у періодичності пошарового включення структур α -AgBiSe₂ [10].

2.1. Термодинамічні властивості b¢AgBiSe₂, Bi₂Se₃ та BiSe в інтервалі температур 535–578 К.

Рівноважний сплав D ділянки AgBiSe₂–Se–Bi₂Se₃ сформовано з Ag, Se, Bi₂Se₃, взятих у молярному співвідношенні 1:1:1. Сплав ділянки AgBiSe₂–Bi₂Se₃– BiSe сформовано з Ag та Bi₂Se₃, взятих у молярному співвідношенні 1:2. Сплав з ділянки AgBiSe₂–BiSe–Bi сформовано з Ag та BiSe, взятих у молярному співвідношенні 1:4. Рівноважні сплави D, трьох ділянок належать трьом січним концентраційного трикутника (I) проведеним через точку складу срібла та точки сполук AgBiSe₂, Bi₂Se₃, BiSe.

Рівняння потенціалоформуючих реакцій срібла із сплавами *D* зазначених ділянок концентраційного

$$2Ag + Se + Bi2Se3 = 2AgBiSe2,$$
(1)

$$Ag + Bi_2Se_3 - AgBiSe_2 + BiSe, \qquad (2)$$

$$Ag + 2BiSe - AgBiSe_2 + Bi \qquad (3)$$

$$\Pi_{\mathbf{M}} = \mathbf{M}_{\mathbf{M}} = \mathbf{M$$

Для температурної залежності ерс комірок отримані наступні рівняння:

$$\varepsilon_1 = 0.31774 + 0.0921 \cdot 10^{-3} T (B), R^2 = 0.9849,$$
 (4)

 $\varepsilon_2 = 0.48139 - 0.486 \cdot 10^{-3} T (B), R^2 = 0.9978,$ (5) $\varepsilon_2 = 0.061282 \pm 0.2254 \cdot 10^{-3} T (B), R^2 = 0.9064$ (6)

$$\epsilon_3 = -0.061283 + 0.3254 10$$
 Г (В), *R* = 0.9964. (6)
Реакції (1) та (3) ендотермічні, а реакція (2) –

екзотермічна. Енергії Гіббса реакцій

$$-\Delta G_T = nF\varepsilon(T),\tag{7}$$

у випадку (1), (3) більші, а для (2) менші теплового ефекту $-\Delta H$ в гальванічному елементі на величину ентропійного доданку $T\Delta S$, де n = 1, F=96487.1 Кл/моль – валентність потенціалоформуючого іона (Ag⁺) та число Фарадея відповідно.

Згідно (1)-(3):

$$\Delta G_{T,(1)} = \Delta G_{T, \text{AgBiSe}_2} - \frac{1}{2} \Delta G_{T, \text{Bi}_2 \text{Se}_3} - \frac{1}{2} \Delta G_{T, \text{Se}} - \Delta G_{T, \text{Ag}}, \qquad (8)$$

$$\Delta G_{T,(2)} = \Delta G_{T, \text{AgBiSe}_2} + \Delta G_{T, \text{Bi Se}} - \Delta G_{T, \text{Bi}_2 \text{Se}_3} - \Delta G_{T, \text{Ag}}, \qquad (9)$$

$$\Delta G_{T,(3)} = \Delta G_{T, \text{AgBiSe}_2} + \Delta G_{T, \text{Bi}} - 2\Delta G_{T, \text{Bi Se}} - \Delta G_{T, \text{Ag}}, \qquad (10)$$

де $\Delta G_{T, AgBiSe_2, Bi_2Se_3, BiSe}$ – енергії Гіббса процесу утворення β'-AgBiSe_, Bi_Se_3, BiSe із елементів при температурі *T*; $\Delta G_{T, Ag, Bi, Se}$ – доданки $\Delta G_{T, (1)-(3)}$, обумовлені зміною теплоємності елементів при нагріві від 298 К до температури *T*. Виконані в наближенні ΔC_p = const розрахунки вкладів $\Delta G_{T, Ag, Bi, Se}$ в $\Delta G_{T, (1)-(3)}$ становлять < 0,5 %. Нехтуючи вкладами змін теплоємностей елементів в значення $\Delta G_{T, (1)-(3)}$ одержимо

$$\Delta G_{T,(1)} = \Delta G_{T,\beta'-\text{AgBiSe}_2} - \frac{1}{2} \Delta G_{T,\text{Bi}_2\text{Se}_3}, \quad (11)$$

$$\Delta G_{T,(2)} = \Delta G_{T,\beta'-\text{AgBiSe}_2} + \Delta G_{T,\text{BiSe}} - \Delta G_{T,\text{Bi}_2\text{Se}_3}$$
(12)

$$\Delta G_{T,(3)} = \Delta G_{T,\beta'-\text{AgBiSe}_2} - 2\Delta G_{T,\text{BiSe}}.$$
 (13)

В наближенні незначних відмінностей термодинамічних функцій фаз в межуючих трифазних ділянках концентраційного трикутника (I), (11) - (13) утворюють систему лінійних рівнянь з трьома невідомими $\Delta G_{T,\beta}' - \text{AgBiSe}_2$, $\Delta G_T, \text{Bi}_2\text{Se}_3$ та ΔG_T , BiSe. Розв'язком системи рівнянь відносно

невідомих параметрів отримано:

$$\Delta G_{T, \beta'-\text{AgBiSe}_2} = 4\Delta G_{T, (1)} - 2\Delta G_{T, (2)} - \Delta G_{T, (3)}, (14)$$

$$\Delta G_{T, \text{Bi}_2\text{Se}_3} = 6\Delta G_{T, (1)} - 4\Delta G_{T, (2)} - 2\Delta G_{T, (3)}, \quad (15)$$

$$\Delta G_{T, \text{ BiSe}} = 2\Delta G_{T, (1)} - \Delta G_{T, (2)} - \Delta G_{T, (3)}$$
(16)
Provenue (4) (7) (11) (12) ripuguug (14)

Враховуючи (4) - (7), (11) - (13) рівняння (14) - (16) набудуть вигляду

$$\Delta G_{T, \beta'-\text{AgBiSe}_2} = (-35.7 - 97.9 \cdot 10^{-3} T) \kappa Дж/моль, (17)$$

$$\Delta G_{T, \text{Bi}_2\text{Se}_3} = (-10.1 - 178 \cdot 10^{-3} T) \text{кДж/моль}, \quad (18)$$

$$\Delta G_{T, \text{BiSe}} = \left(-20.8 - 33.3 \cdot 10^{-3}T\right)$$
 кДж/моль. (19)

Рівняння (17) - (19) визначають усереднені по межуючих трифазних ділянках концентраційного термодинамічні трикутника (I) властивості граничних твердих розчинів на основі структурної різновидності низькотемпературної модифікації потрійної фази β'-AgBiSe2, фаз Bi2Se3 та BiSe в інтервалі температур 535 - 578 К. Числові значення термодинамічних функцій фаз в стандартному стані внесено в таблицю. В роботі [6] ентальпії – ΔH^0 утворення Bi₂Se₃ та BiSe стехіометричного складу із елементів в стандартних умовах охарактеризовані значенням 140 кДж/моль та 53 кДж/моль відповідно. Отримані в (18), (19) значення ентальпії утворення сполук в стандартних умовах характеризують їх як фази змінного складу.

Таблиця

Значення термодинамічних функцій фаз системи					
Ag–Bi–Se					
Фаза	<i>р</i> , Па	<i>Т</i> , К	$-\Delta G^0,$ кДж/моль (± 0,1)	-∆Н ⁰ , кДж/моль (± 0,1)	ΔS ⁰ , Дж/(моль·К) (± 0,5)
β'- AgBiSe ₂	10 ⁵	535	88,1	35,7	97,9
Bi ₂ Se ₃	10 ⁵	535	105,4	10,1	178
BiSe	10 ⁵	535	38,6	20,8	33,3

Висновки

Отримано аналітичні рівняння температурної

залежності енергії Гіббса утворення із елементів граничних твердих розчинів на основі сполук В'-AgBiSe₂, Bi₂Se₃ та BiSe системи Ag-Bi-Se в інтервалі температур 535 - 578 К. В рівняннях враховано експериментальні дані про спосіб поділу субсолідусної частини T-х-простору системи Ag-Bi-Se, зміст потенціалоформуючих реакцій (структурні зміни в AgBiSe₂, властивості подвійних та потрійної сполук як фаз змінного складу), температурну залежність ерс гальванічних елементів. Значення термодинамічних функцій фаз в стандартному стані для інтервалу 535 - 578 К розраховані в наближенні $\partial \Delta H - \frac{\partial \Delta S}{\partial M} = 0$.

$$\partial T = \partial T$$

Мороз М.В. – к.ф.-м.н., ст. викладач; *Миколайчук О.Г.* – к.ф.-м.н., професор; *Прохоренко М.В.* – к.ф.-м.н., ст. викладач; *Мороз В.М.* – к.ф.-м.н., доцент.

- [1] Физико-химические свойства полупроводниковых веществ. Справочник (Наука, Москва, 1979).
- [2] М. Хансен, К. Андерко, Структуры двойных сплавов (Металлургиздат, Москва, 1962).
- [3] R. Blachnic, B. Gather, J. Less. Common. Metals. 48(2), 205 (1976).
- [4] Н.Х. Абрикосов, В.Ф. Банкина и др., Полупроводниковые соединения, их получение и свойства (Наука, Москва, 1967).
- [5] В.Я. Угай, Введение в химию полупроводников (Высшая школа, Москва, 1965).
- [6] K.C. Mills, Thermodynamic data for inorganic sulphides, selenides and tellurides (Butterworth, London, 1974).
- [7] А.Г. Морачевский, Г.Ф. Воронин, В.А. Гейдерих, И.Б. Куценок, Электрохимические методы исследования в термодиннамике металлических систем (Академкнига, Москва, 2003).
- [8] Stoe WinX^{POW}, version 2.21, Stoe & Cie GmbH, Darmstadt, (2007).
- [9] W. Kraus, G. Nolze. PowderCell for Windows (version 2.3). Berlin: Federal Institute for Materials Research and Testing, (1999).
- [10] А. Верма, П. Кришна, Полиморфизм и политипизм в кристалах (Мир, Москва, 1969).

M.V. Moroz¹, O.G. Mykolaychuk², M.V. Prokhorenko³, V.M. Moroz¹

Thermodynamic Properties of Intermediate Phases of the Ag-Bi-Se System in the Temperature Range 535-578 K

 ¹Department of physics National University of Water Management and Nature Resources Use, 11, Soborna Str., Rivne, 33000, e-mail: <u>riv018@i.ua</u>
² Department for metal physics Ivan Franko National University, 8a, Kyryla and Mefodiya Str., Lviv, 79005
³ Department of cartography and geospatial modeling Lviv Polytechnic National University, 12, Stepana Bandery Str., Lviv, 79013

In the galvanic elements C|Ag|AgI|glass Ag₂GeS₃|D|C (C – current electrodes, D – heterophase alloys of the Ag–Bi–Se system, AgI|glass Ag₂GeS₃ – two layer membrane with pure ionic (Ag⁺) conductivity) synthesis Ag with heterophase alloys of system was exercise. Data on the emf temperature dependence of galvanic elements are used to calculate the values of thermodynamic function of β' -AgBiSe₂, Bi₂Se₃ and BiSe phases in the temperature range 535–578 K.