PACS: 81.70.PG; 82.75.FQ; 82.60.CX

М.В. Чекайло¹, В.О. Українець², Г.А. Ільчук², Ю.П. Павловський³, Національний університет "Львівська політехніка", ¹кафедра органічної хімії, ²кафедра фізики, ³кафедра фізичної та колоїдної хімії

ДИФЕРЕНЦІАЛЬНИЙ ТЕРМІЧНИЙ АНАЛІЗ ШИХТИ SI–SE, AG-SI–SE В ПРОЦЕСІ ЇЇ НАГРІВАННЯ ТА СИНТЕЗУ СПОЛУК SISE₂, AG₈SISE₆

© Чекайло М.В., Українець В.О., Ільчук Г.А., Павловський Ю.П., 2009

M.V.Chekaylo, V.O. Ukrainets, G.A. Il'chuk, Yu.P. Pavlovsky

DIFFERENTIAL THERMAL ANALYSIS OF AG-SI-SE, SI-SE CHARGE MATERIALS IN PROCESS OF HEATING AND SYNTHESIS OF AG₈SISE₆, SISE₂ COMPOUNDS

© Chekaylo M.V., Ukrainets V.O., Il'chuk G.A., Pavlovsky Yu.P., 2009

З використанням методу диференціального термічного аналізу (ДТА) вперше комплексно досліджено процеси фазових перетворень (ФП) та перебігу хімічних реакцій, що супроводжують нагрівання шихти Ag-Si-Se та Si-Se у стехіометричних співвідношеннях, що відповідають сполукам аргіродиту (Ag₈SiSe₆) та SiSe₂. Ідентифіковано основні типи ФП і хімічних реакцій утворення сполук Ag₈SiSe₆, SiSe₂ та визначено їхні характерні теплоти і температурні діапазони перебігу реакцій. Дослідженням ДТА під час охолодженя експериментально продемонстровано утворення сполуки Ag₈SiSe₆.

With a help of method of differential thermal analysis (DTA), processes of phase transformations (PT) and the course of the chemical reactions which accompany the heating of Si-Se and Ag-Si-Se charge materials have been for the first time in complex way investigated in the stoichiometric proportions which correspond to the compounds of argyrodite (Ag₈SiSe₆) and SiSe₂. Main types of PT and the chemical reactions of the formation of Ag₈SiSe₆, SiSe₂ compounds are identified; their characteristic heats and temperature ranges of reactions proceeding are determined. By mean of DTA under cooling, formation of Ag_8SiSe_6 compound has been experimentally demonstrated.

Вступ

Об'єкт нашого вивчення – сполука Ag_8SiSe_6 (група $A^IB^{IV}C^{VI}$) – сьогодні є предметом уваги дослідників. Маючи властивості напівпровідників із змішаною іонно-електронною провідністю у поєднанні з наявністю низькотемпературних (діапазон кімнатних температур) фазових переходів, сполука Ag_8SiSe_6 є цікавою як з точки зору фізичних явищ у ній, так і з практичної – як основа для синтезу складніших матеріалів [1, 2]. Останні є перспективними для створення фотоелектродів, електрохімічних конверторів сонячної енергії, іонселективних сенсорів тощо [3]. Іонно-електронний тип провідності Ag_8SiSe_6 , як і інших сполук групи $A^IB^{IV}C^{VI}$ складу $Ag_8B^{IV}X_6$ (B^{IV} –Si, Ge, Sn; X–S, Se), зумовлений неповним упорядкуванням атомів Ag [4].

Перші рентгеноструктурні дослідження багатьох сполук родини аргіродитів [5] показали, що їх кристалічна структура є кубічною. Параметр гратки Ag₈SiSe₆ становив а = 10,86Å, а число

формульних одиниць в елементарній комірці Z = 4 [5]. З використанням диференціальнотермічного і рентгеноструктурного аналізів в [6] визначено температуру конгруентного плавлення Ag₈SiSe₆ (t_{nn} =930 °C), параметри кубічної гратки a = 10,87Å (t = 20 °C), a = 10,97 Å (t = 150 °C) та виявлено фазовий перехід (t = 40 °C). Встановлено, що сполука Ag₈SiSe₆ є триморфною, з низькотемпературними α'- та β"- і високотемпературною γ-фазами, які розділені фазовими переходами за температур 10 і 40 °C, а також побудовано діаграму стану Ag₂Se-SiSe₂ в області існування сполуки Ag₈SiSe₆ [7]. Виявлено тепловий ефект за температури 70 °C, який, однак, не було ідентифіковано. Вплив зовнішнього тиску (р = 0-40 кбар) за температури фазових переходів в Ag₈SiSe₆ досліджено в [8]. Показано, що температури фазових переходів спочатку (з ростом тиску до ~ 20 кбар) плавно збільшуються, а потім (p > 20 кбар) знижуються. За p = 24,7 кбар і t = 67 °C утворюється потрійна точка $\gamma |\alpha'|\beta''$. Зроблено висновок, що стискуваність γ - фази є значно вища, ніж α'-фази. До тиску p = 38 кбар і температури t = 80 °С речовина не розкладалась. У [9] розширено коло досліджуваних сполук групи $A^{I}B^{IV}C^{VI} - A^{m+}_{(12-n-x)/m}B^{n+}X^{2-}_{6-x}Y^{-}_{x}$ (A: = Cu, Ag, Cd, Hg; B: = Ga, Si, Ge, Sn, P, As; X = S, Se, Te; Y = Cl, Br, I; $0 \le x \ge 1$) і показано, що усі вони мають просту кубічну "високотемпературну" структуру (просторова група F43m) з розпорядкованою підграткою катіонів А. За пониження температури в сполуках відбуваються різкі оборотні фазові переходи з впорядкуванням структури. Типовою характерною особливістю структури сполук групи є тетраедричне шільне упакування, взаємопроникаючі ікосаедричні аніонні каркаси [9], існування частково заповнених тетраедричних катіонних вакансій. Тому вони також згадуються як "ікосаедричні структури" [10, 11], аналогічно ікосаедричному каркасу, утвореному атомами металу у фазі Лавеса MgCu₂. Фазова діаграма системи Ag₂Se-SiSe₂, досліджена диференціально-термічним і рентгенофазовим методами [12], містить тільки одну потрійну сполуку Ag₈SiSe₆.

Предметом цікавості дослідників стало також явище склоутворення в сполуках групи А^IВ^{IV}С^{VI}, яке знаходить застосування в іоноселективних мембранах, пристроях оптичного запису інформації тощо [13].

У роботах з вивчення властивостей аргіродитів проблемам синтезу сполук приділяється незначна увага. Технологічні параметри вирощування у [2, 14, 15] вказані без аргументації причин такого вибору.

Мета роботи – вивчення методом диференціального термічного аналізу (ДТА) явищ, що виникають в процесі нагрівання шихти (механічної суміші елементарних хімічних речовин) трикомпонентного складу Ag-Si-Se та їх хімічної взаємодії за наступного синтезу потрійної сполуки аргіродиту (Ag₈SiSe₆). Для ідентифікації комплексу теплових явищ у порівняльному плані проведено також ДТА шихти бінарного складу Si-Se, яка є складовою шихти Ag-Si-Se, у співвідношеннях, що відповідають стехіометрії сполуки SiSe₂.

Методика досліджень

Для досліджень використано вимірювальну установку ДТА, описану нами у [16]. Досліджувані зразки готувались у вигляді шихти складів Ag-Si-Se, Si-Se у пропорції, що відповідає стехіометрії сполук Ag₈SiSe₆, SiSe₂. З міркувань забезпечення напівпровідникової чистоти подрібнення компонент наважка не проводилась. Шихта поміщалась у кварцеву ампулу, яка відкачувалась ($P \approx 10^{-2}$ Па) та відпаювалась. Як еталон порівняння в експериментах ДТА використовували порошок Al₂O₃ або Cu (m=1–1,5 г).

Визначення з експериментально одержаних термограм зміни теплового вмісту (ентальпії ΔH) переходу або хімічної реакції здійснювалось вимірюванням площ S під відповідними піками кривої ДТА та за відомою масою m реагуючого зразка з застосуванням формули [17, 18]:

$$\Delta H \cdot \mathbf{m} = K \cdot S , \qquad (1)$$

де DH – ентальпія; S – площа піку; m – маса речовини; К – коефіцієнт калібрування приладу.

Для визначення величини калібрувального коефіцієнта приладу *К* у формулі (1) та його залежності від температури проведено вимірювання теплот плавлення багатьох речовин-еталонів, температури плавлення яких лежать в інтервалі температур нагрівання шихти, на основі їхніх відомих термодинамічних даних.

Теоретичну оцінку теплового ефекту термохімічної реакції утворення сполуки проводили з використанням інтегральної форми закону Кірхгофа:

$$\Delta_{\mathbf{r}} H_{T}^{\mathbf{0}} = \Delta_{\mathbf{r}} H_{298}^{\mathbf{0}} + \int_{298}^{T} \Delta C_{p} dT , \qquad (2)$$

де $\Delta_r H_T^{o}$ – тепловий ефект реакції за температури Т; $\Delta_r H_{298}^{o}$ – тепловий ефект реакції за стандартних умов (T=298 K), $\Delta \sum C_p = \sum C_{p^{npod.peak.}} - \sum C_{p^{6ux.pey.}}$ – зміна теплоємності речовин (продуктів реакції ($\sum C_{p^{npod.peak.}}$) і вихідних речовин ($\sum C_{p^{6ux.pey.}}$) внаслідок перебігу реакції.

Якщо в досліджуваному інтервалі температур (наприклад, за температури $T_{\phi n}$) відбувається ФП в одному з реагентів (з утворенням нової фази з теплоємністю C'_p) з величиною ентальпії переходу $\Delta H_{\phi n}$, то інтеграл у (2) розіб'ється на три частини і запишеться у вигляді:

$$\Delta_{\mathbf{r}} H_{T}^{\mathbf{0}} = \Delta_{\mathbf{r}} H_{298}^{\mathbf{0}} + \int_{298}^{T_{\phi n}} \Delta C_{p} \, dT + \int_{T_{\phi n}}^{T} \Delta C_{p}^{'} dT + \Delta H_{\phi n} \,. \tag{3}$$

Кількісні оцінки другого і третього доданків у (3) виявили, що у випадках усіх розглядуваних нами реакцій вони більш ніж на порядок менші від величини двох інших доданків. Тому у подальшому (3) трансформується у вираз:

$$\Delta_{\mathbf{r}} H_{298}^{\mathbf{0}} = \Delta_{\mathbf{r}} H_T^{\mathbf{0}} - \left(\sum \Delta H_{\phi n} \operatorname{npod.} \operatorname{peak} - \sum \Delta H_{\phi n} \operatorname{sux.peq.} \right).$$
(4)

Для порівняння визначеної з експериментів ентальпії реакції $\Delta_{f'}H_{298}^{\mathbf{0}}$ з літературними даними використовували закон Гесса: $\Delta_{f'}H_{298}^{\mathbf{0}}$, що дорівнює сумі стандартних теплот утворення продуктів реакції ($\Delta_{f}H_{298}^{\mathbf{0}}$ прод. реак.) за вирахуванням суми стандартних теплот утворення вихідних речовин ($\Delta_{f}H_{298}^{\mathbf{0}}$ вих. реч.):

$$\Delta_{f}H^{0}_{_{298}} = \sum \Delta_{f}H^{0}_{_{298}} \operatorname{npod.peak.} - \sum \Delta_{f}H^{0}_{_{298}} \operatorname{sux.pey.}.$$
(5)

Оскільки для вихідних речовин $\Delta_{f}H_{_{298}}^{o}(Ag) = 0$, $\Delta_{f}H_{_{298}}^{o}(Ge) = 0$ і $\Delta_{f}H_{_{298}}^{o}(Se) = 0$ продуктом реакції є одна речовина, то

$$\Delta_{\mathbf{r}} H^{\mathbf{0}}_{_{298}} = \sum \Delta_{\mathbf{f}} H^{\mathbf{0}}_{_{298}} \operatorname{npod.peak.} = \Delta_{\mathbf{f}} H^{\mathbf{0}}_{_{298}} \operatorname{npod.peak.}$$
(6)

Під час визначення ентальпій ΔH реакцій утворення бінарної (SiSe_{2тв}) і потрійної (β' -Ag₈SiSe_{6тв}) сполук з використанням законів Кірхгофа і Гесса аналізувались такі віртуальні реакції, недоступні для безпосереднього спостереження:

$$2\gamma - \mathbf{S}\mathbf{e}_{\mathrm{TB}} + \mathbf{S}\mathbf{i}_{\mathrm{TB}} = \mathbf{S}\mathbf{i}\mathbf{S}\mathbf{e}_{2\mathrm{TB}};\tag{7}$$

$$8Ag_{TB} + Si_{TB} + 6\gamma - Se_{TB} = \beta' - Ag8SiSe_{6 TB}.$$
(8)

Під час нагрівання шихти Ag-Si-Se відбувається утворення двох проміжних сполук, а саме β-Ag₂Se_{тв} і SiSe_{2тв}, тому рівняння (8) матиме такий вигляд:

$$8Ag_{TB} + Ge_{TB} + 6\gamma - Se_{TB} = 4\beta - Ag_2Se_{TB} + SiSe_{2TB} = \beta'' - Ag_8SiSe_{TB} .$$
 (9)

Оскільки в рівняннях (7)–(9) фігурує γ-Se_{тв} (стабільна фаза), а вихідною речовиною у наших експериментах був аморфний Se, то під час розрахунку ентальпій реакцій врахували перехід кристалічної фази γ-Se в аморфний Se (зворотний тепловий ефект).

Результати та обговорення

На термограмі нагрівання (ДТА[↑]) шихти Ag-Si-Se стехіометричного складу (рис. 1, *a*) спостерігається шість теплових ефектів. Для ідентифікації теплових явищ і процесів, що їх обумовлюють, в порівняльному плані нами досліджено методом ДТА шихту стехіометричного бінарного складу Si-Se, яка є складовою частиною шихти Ag-Si-Se. Для проведення порівняльного аналізу використано також дані [16] про поведінку під час нагрівання шихти Ag-Se та аморфного селену (t = 52 °C – температура склування, t = 147 °C – температура кристалізації у γ-Se, t = 220 °C – температура плавлення γ-Se [19]).



Рис. 1. Схематичне зображення залежності диференціального сигналу термопар від температури для шихти Ag-Si–Se у вакуумі під час синтезу сполуки Ag₈SiSe₆: а – крива нагрівання; б – крива охолодження. Швидкість нагрівання – 7 °С/хв. Еталон порівняння – Al₂O₃

На термограмі ДТА[↑] бінарної шихти Si-Se (рис. 2, *a*), як і у випадку ДТА[↑] двокомпонентної шихти Ag-Se [16], спостерігаються три температурні області. На термограмі ДТА[↑] бінарної шихти Si-Se (рис. 2, *a*), як і у випадку ДТА[↑] двокомпонентної шихти Ag-Se [16], спостерігаються три температурні області фазових змін: I – 20–259 °C; II – 259–534 °C; III – 534–1090 °C. На низькотемпературній ділянці (I–20-259 °C), як і у випадку системи Ag-Se, спостерігаємо ФП елементарного селену. Нижня межа другої температурної області (II – 259–534 °C) збігається з початком реакції між Si_{тв} і рідким селеном, яка супроводжується виділенням теплоти та проходить в температурному проміжку ($\Delta t = 275$ °C). Термограма ДТА[↑] шихти Si-Se (рис. 6, *a*) після 534 °C іде вниз (область 5) і відображає ендотермічний процес плавлення, імовірно сполуки SiSe₂.

Відсутність чіткого піку плавлення сполуки SiSe₂ дає змогу припустити, що в результаті хімічної реакції між Si i Se утворилась аморфна сполука, яка за подальшого нагрівання демонструє розмитий екстремум (область 5). Аморфні сполуки плавляться за температур, нижчих, ніж кристалічні (температура правлення кристалічної сполуки SiSe₂ становить 970 °C [23] або 966 °C [24]).

Термограму охолодження утвореного розплаву системи Si-Se показано на рис. 2, б. Повна відсутність будь-яких максимумів на термограмі дає змогу нам підтвердити, що в результаті синтезу утворилась аморфна сполука SiSe₂.

Таблиця 1

плавлення

Ag₈SiSe₆

крист. ү-Ag₈SiSe₆

 $\gamma \rightarrow \beta'' Ag_8 SiSe_6$

ooh	обробкою площ під піками кривих дТА- та дТА (позначення фаз артіродиту згідно з [7])					
Пік №	ΔН _{вим} , Дж/г	ΔН _{вим} , кДж/моль	ΔН _{літ} , кДж/ моль	t _{фп} ,t _{реак} (r) °C	t _{фп} , ⁰С літер	Примітка
1	15	1,2	-	52↑	50-90 [20]	склування Se
2	52	-4		147↑		кристалізація у ү-Se
3	70	6	6,7 [21] 5,2 [22]	220↑	217(α)[21] 221 [22]	плавлення ү-Se
4	109	-149	-	(281-448)r↑	-	peaкції утв. AgSe ₂ i SiSe ₂
5	76	-104	-	(879)r ↑	-	реакція (Ag ₂ Se)+(SiSe ₂)

989 ↑

962↓

38↓

41

-42

-0,8

-

6

7

8

30

31

0,6

930[6,7]

985[12]

995[1]

40[6,7]

Термодинамічні параметри ФП і хімічних реакцій у шихті Ag-Si-Se, визначені обробкою площ під піками кривих ДТА- та ДТА⁻ (позначення фаз аргіродиту згідно з [7])



Рис. 2. Схематичне зображення залежності диференціального сигналу термопар від температури для шихти Si–Se у вакуумі під час синтезу бінарної сполуки SiSe₂: а – крива нагрівання, б – крива охолодження. Швидкість нагрівання – 7 °С/хв. Еталон порівняння – Al₂O₃

У порівняльному плані результати ДТА відображені на рис. 3. Тут ми бачимо добру відтворюваність рельєфу експериментальних кривих ДТА нагрівання в інтервалі температур фазових перетворень в селені та яскраво виражені відмінності під час нагрівання шихти Ag-Se, Si-Se та Ag-Si-Se і подальшому синтезі відповідних сполук.

Таблиця 2

Пік №	ΔН _{вим} , Дж/г	ΔН _{вим} , кДж/ моль	ΔН _{літ} , кДж/ моль	t _{фп} ,t _{реак} (r) °C	t _{фп} (літ), °С	Примітка
1	27	2,1	-	52	50-90[20]	склування Se
2	-111	-9		147		кристалізація у ү-Se
3	127	10	6,7[21] 5,2[22]	220	217(α) [21] 221 [22]	плавлення ү-Se
4	-1033	-192	-	259 ^r	-	утворення SiSe ₂
5	-	-	-	534-750	970[23] 966[24]	плавлення SiSe ₂

Термодинамічні параметри фазових переходів і хімічної реакції у шихті Si-Se, визначені обробкою площ під піками кривих ДТА-



Рис. 3 Схематичне зображення залежності диференціального сигналу термопар від температури під час нагрівання для шихти Ag-Si-Se(a), Ag-Se(б), Si-Se(в) у вакуумі за синтезу. Швидкість нагрівання – 7 °С/хв. Еталон порівняння – Al₂O₃

Повертаючись до термограми ДТА[↑] шихти Ag-Ge-Se (рис. 1, *a*), зауважимо, що температурні неоднорідності, подібно до термограми на рис. 2, можна згрупувати у трьох температурних областях: I – 20–281 °C; II – 281–680 °C; III – 680–1090 °C. Піки 1, 2, 3 (І область) відповідно характеризують ФП в Se, пік 4 пов'язаний з хімічною реакцією Ag з розплавленим Se_{рід} і утворенням бінарної сполуки Ag₂Se_{тв} [16] та реакцією Si з розплавленим Se_{рід} і утворенням бінарної сполуки SiSe_{2ам} і пік 5 обумовлений реакцією між Ag₂Se_{тв}, та SiSe_{2ам} з утворенням сполуки Ag₈SiSe₆. Очевидно, що хімічна реакція відбувається в процесі дифузії Se і тому пік 4 розтягнутий по температурній шкалі завдяки малій площі контакту реагентів та малій швидкості дифузії Se через шар утвореного продукту реакції.

Отже, твердофазну реакцію утворення потрійної сполуки можна записати так:

$$4 \beta - Ag_2 Se_{\rm TB} + Si Se_{2aM} = Ag_8 Si Se_{6\rm TB}.$$
 (10)

У третьому діапазоні за температури 989 °С (рис. 1, *a*) спостерігається ендотермічний пік 6 – плавлення синтезованої сполуки аргіродиту. Температура плавлення сполуки Ag₈SiSe₆ була

предметом досліджень в [1]. Автори встановили, що температура плавлення сполуки становить tпл= 995 °C, тоді як у інших авторів вона становить 985 [12] та 930 °C [6].

Хімічна взаємодія у системі Si-Se (рис. 2), а також в системі Ag-Se [16] призводить до утворення твердих продуктів реакції SiSe_{2ам} і Ag₂Se_{тв}. Закінчення реакцій утворення сполук відбувається за температур t = 464 °C для Ag₂Se_{тв} і t = 534 °C для SiSe_{2ам}. На термограмі ДТА \downarrow охолодження розплаву пік 7 кристалізації Ag₈SiSe_{6тв} (рис.1б) чітко проявляється за t_{кр} = 962 °C з величиною переохолодження Δ t=27 °C, що є доказом проходження синтезу Ag₈SiSe_{6тв} під час нагрівання. Крім того, за температур 78 і 38 °C спостерігаються ще два ФП, характерні для цієї сполуки [7].

Проведені дослідження показують, що під час синтезу аргіродиту з елементарних компонент для повного зв'язування селену (щоб утворились стехіометричного складу сполуки SiSe₂ та Ag₂Se) необхідно під час нагрівання шихти зробити витримку за температури, яка лежить в проміжку діапазону проходження реакцій (пік 4, рис. 1, 2). Час витримки повинен визначатися кількістю завантаженої шихти, ступеня подрібненості матеріалу срібла і кремнію (площі поверхні). Друга витримка за температури, яка знаходиться між піками 5 і 6 (рис. 1), необхідна для забезпечення повного перебігу твердофазної реакції (10).

За методикою [16] проведено обчислення ентальпій ΔН ФП шихти Si-Se та трикомпонентної шихти Ag-Si-Se за площами під піками термограм ДТА↑ з використанням формули (1). Одержані результати обчислень ΔН у зіставленні з наявними літературними даними наведені в табл. 1 (шихти Ag-Si-Se) і табл. 2 (шихти Ge-Se).

Для обчислення ентальпії реакції (7) утворення в аморфному стані SiSe_{2тв} рівняння (4) має такий вигляд:

$$\Delta_{\mathbf{r}} H^{\mathbf{0}}_{298} = \Delta_{\mathbf{r}} H^{\mathbf{0}}_{476} - \left[-(2 \cdot \Delta H_{nn} \mathrm{Se}) \right].$$
⁽¹³⁾

Підставивши числові значення ентальпій і враховуючи рівняння (6), одержимо

 $\Delta_{r}H_{298}^{0}$ (SiSe_{2тв})_{ам} = $\Delta_{f}H_{298}^{0}$ (SiSe_{2тв})_{ам} = -172 кДж/моль.

Для обчислення ентальпії реакції $\Delta_{\Gamma} H_{298}^{0}$ синтезу аргіродиту Ag₈SiSe₆ з використанням закону Гесса та на основі даних табл. 1 побудували схему теплового балансу хімічних перетворень за взаємодії в системі Ag-Si-Se та $\Phi\Pi$ (рис. 4). Під час обчислень прийняли, що $\Delta H_{плав} = \Delta H_{крист}$.

Рівняння теплового балансу матиме такий вигляд:

$$\Delta_{\mathbf{r}}H_{298}^{\mathbf{0}} = 6 \cdot \Delta H_{n\pi}Se + 4 \cdot \Delta H_{peak}(Ag-Se) + \Delta H_{peak}(Si-Se) + \Delta H_{peak}(Ag_{2}Se + SiSe_{6}) + \\ + \Delta H_{n\pi}Ag_{8}SiSe_{6} + \Delta H_{\kappa pucm}Ag_{8}SiSe_{6} + \Delta H_{\gamma \to \beta}"Ag_{8}SiSe_{6}.$$

Підставивши значення, одержимо

$$\Delta_{\Gamma} H_{_{298}}^{\mathbf{o}} = \Delta_{f} H_{_{298}}^{\mathbf{o}} = -218$$
 кДж/моль.

Результати цих обчислень узагальнені в табл. З.

Таблиця З

Сполука	∆ <i>fH</i> ^{0} ₂₉₈ екс., кДж/моль	∆ <i>f</i> H ⁰ ₂₉₈ літ., кДж/моль
		-146 _{кр} [25]
SiSe _{2am}	-172	-208±41,8 _{кр} [26]
		-80±42 _{κp} [27]
β'' -Ag ₈ SiSe ₆	-218	-

Стандартні теплоти реакцій утворення сполук



Рис. 4. Схема теплового балансу хімічних реакцій і фазових перетворень під час нагрівання шихти Ag-Si-Se. Тут DH_g – ентальпія склування селену

Висновки

Вперше методом ДТА комплексно досліджено процеси фазових перетворень та хімічних реакцій, що супроводжують нагрівання вакуумованої (р " 10⁻²Па) шихти трикомпонентного Ag-Si-Se і бінарного складу Si-Se та їх хімічної взаємодії за подальшого синтезу бінарної сполуки SiSe₂ і сполуки аргіродиту (Ag₈SiSe₆) та визначено їхні характерні теплоти і температури плавлення.

Показано, що під час нагрівання шихти відбувається одночасний синтез двох бінарних сполук: Ag₂Se та SiSe₂. Температурний діапазон перебігу цих реакції 281–448 °C, за підвищення температури ще на 431 °C (за t = 879 °C) починає проходити реакція між твердими реагентами Ag₂Se і SiSe₂ з утворенням потрійної сполуки Ag₈SiSe₆ (аргіродиту) у твердому стані.

Ідентифіковано основні типи ФП 52, 147, 220 °С (в селені) та 38, 78, 962, 989 °С (в Ag₈SiSe₆), та види хімічних реакцій.

1. Piskach L.V., Parasyuk O.V., Olekseyuk I.D., Romanyuk Y.E., Volkov S.V., Pekhnyo V.I. // Journal of Alloys and Compounds. – 2006. – 421. – Р. 98–104. 2. Gulay L.D., Olekseyuk I.D., Parasyuk O.V. // Journal of Alloys and Compounds. – 2002. – Vol. 343. – Р. 116–121. 3. Kovach S.K., Kokhan A.P., Voroshilov Yu.V. // Ukrainskij Khimicheskij Zhurnal. – 1993. – Vol. 59. – Is. 4. – Р. 395–398. 4. Гуревич Ю.Я., Харкац Ю.И. Суперионная проводимость твердых тел // Итоги науки и техники. ВИНИТИ. Химия твердого тела. – 1987. – Т. 4. – С. 3–156. 5. Hahn H., Schulze H., Sechser L. // Naturwiss. – 1965. – Vol. 52. –

P. 451. 6. Gorochov O., Flahaut J. // C.R. Acad. Sci. – 1967. – C. 264. – P. 2153–2155. 7. Gorochov O. // Bulletin de la société chimique de France. – 1968. – № 6. – P. 2263–2275. 8. Pistorius C.W.F.T., Gorochov O // High Temperatures-. High Pressures. – 1970. – Vol. 2. – № 1. – P. 31–42. 9. Kuhs W.F., Nitsche R., and Scheunemann K. // Mat. Res.Bull. – 1979. – Vol. 14. – P. 241–248. 10. Kuhs W.F., Nitsche R. and Scheunemanna K. // Materials Research Bulletin. - 1976. - Vol. 11. - Is. 9. - P. 1115-1123. 11. Grieshaber E., Nitsche R. and Bubenzer A. // Mat. Res. Bull. – 1976. – Vol. 11. – P. 1169. 12. Venkatraman М., Blachnik R., Schlieper A. // Thermochim. Acta. – 1995. – Vol. 249. – Р. 13–20. 13. Фельц А. Аморфные и стеклообразные неорганические твердые тела. – М.: Мир, 1986. – 556 с. 14. Etienne S., Taillades G., Pradel A. and Ribes M. // Journal de Physique IH. – 1996. – Vol. 6. 15. Parasyuk O.V., Gulay L.D., Romanyuk Ya.E., Olekseyuk I.D. // Journal of Alloys and Compounds. – 2003. – Vol. 348. – Р. 157–166. 16. Чекайло М.В., Українець В.О., Ільчук Г.А., Павловський Ю.П., Петрусь Р.Ю., Кусьнеж В.В. // Фізика і хімія твердого тіла. – 2008. – Т. 9. – № 1. – С. 126–134. 17. Уэндландт У. Термодинамические методы анализа. – М.: Мир, 1978. – 513 с. 18. Шестак Я. Теория термического анализа: физико-химические свойства твердых неорганических веществ / Пер. с англ. – М.: Мир, 1987. – 456 c. 19. Soliman A.A., El-Den M.B. // Chalcogenide Letters. – 2008. – Vol. 5. – № 3. – P. 45–50. 20. Enzweiler R.N., Boolchang P., Griffiths J.E. // Diffusion and defect data. – 1987. – Vol. 53–54. – P. 403–408. 21. Volin K.J. // Material research bulletin. – 1986. – Vol. 21. – P. 41–47. 22. Борисова З.У. Химия стеклообразных полупроводников. – Л., 1972. – 245 с. 23 Рабинович В.А., Хавин З.Я. Краткий химический справочник. – Л.: Химия, 1978. – 398 с. 24. Landolt-Börnstein, Numerical data and Functional Relationship in Science and Technology. - Group III. - Spring - Verlag. - Berlin. -Heidelberg. – New York. 17. – 1986. 25. Mills K.C. Thermodynamic Data for Inorganic Sulphides. – Selenides and Tellurides. – Butterworth, London. – 1974. 26. Chandrasekharaiah M.S. and Margrave J.L. // Journal of Physical and Chemical Reference Data. - 1994. - Vol. 23. - Is. 3. - P. 499-507. 27. O'Hare P.A.G. // J. Chem. Thermodyn. - 1987. - Vol. 19. - P. 675.