УДК 541.136.2

ISSN 1729-4428

С. А. Войтович¹, І. І. Григорчак¹, М. В. Матвіїв², М. М. Міцов³

Нові одно-та дублетно-матричні структури з нанообмеженою «гостьовою» геометрією для Mg⁺⁺-інтеркаляційного струмоутворення

¹Національний університет "Львівська політехніка", 79013, м. Львів, вул. С. Бандери, 12 e-mail : <u>Ivangr@rambler.ru</u> ²Львівський національний університет ім. Івана Франка, 79000, м. Львів, вул. Університетська, 1 ³Концерн "Гефра", 95201 Братислава, Словаччина, Станічна 502

Синтезовано дублетноматричні ієрархічні структури – мезопористий вуглець- нанодисперсний шаруватий Ві₂Se₃, проведено інтеркаляцію магнію в наноструктури з одноматричною та дублетноматричною ізоляцією конфігурації, прананалізовано залежність зміни вільної енергії Гіббса реакції, диференціальної ємності від ступеня інтеркаляції магнієм побудовоно електричну еквівалентну схему цього процесу та проаналізовано взаємодію гість-господар в таких системах

Ключові слова: цеоліт; селенід вісмута; інтеркалатні наноструктури; магнієва інтеркаляція.

Стаття поступила до редакції 14.07.2007; прийнята до друку 15.02.2008

Вступ

Сьогоднішній вражаючий прогрес в галузі електроніки та інформаційних технологій яскраво вирізнив ті проблеми, які стосуються забезпечення їх ефективного автономного енергоживлення. Використовувані для цієї мети гальванічні елементи з літієвим анодом [1] та літій-іонні акумулятори [2] не можуть у повній мірі задовільнити всезростаючі енерго-потужнісних вимоги до питомих характеристик. Більше того, застосування літію спряжене з проблемами високоємнісного топохімізму інтеркаляційних струмоутворюючих процесів [3] та його дороговизни.

Обидва названі недоліки загалом можна усунути однозарядних катіонів заміною літію в інтеркаляційних струмоутворюючих процесах на практично їм еквірозмірні, але двохзарядні катіони. Насамперед це катіони магнію Mg++. Останнє дає змогу при вдвічі меншому «гостьовому» навантаженні на структуру катоду забезпечувати туж саму ємність, що і при Li⁺-інтеркаляційному струмоутворенні. При цьому дешевизна магнію і нетоксичність його солей робить таку можливість надзвичайно актуальною. Цикл робіт [4 – 8], присвячених цьому питанню, показав способи вирішення проблеми стабільної роботи магнієвого аноду в апротонних розчинах електроліту, проте не дав чіткої відповіді на запитання які катодні матеріали зможуть забезпечити питому ємність зрівняну з літієвими системами. Досліджені на сьогоднішній день для цієї мети матеріали-"господарі" забезпечують значення питомої ємності 140мАгод/г при розряді до напруги 1,0 В, що є помітно меншим від відповідної величини для джерел живлення з літієвим анодом. Тому проблема пошуку нових катодних матеріалів для Mg⁺⁺інтеркаляційного струмоутворення задля підвищення питомих характеристик постає нині з особливою гостротою. Задачі вирішення цієї проблеми в певній мірі і присвячена дана робота.

I. Концептуальні положення та методика експерименту

Перший підхід до вирішення зазначеної проблеми заснований на мінімізації впливу ентропійної та ентальпійної (в частині енергії взаємодії «гість-господар» та енергії, необхідної для розсування шарів) складових зміни вільної енергії Гіббса як функції концентрації впровадженого гостьового компоненту – $\Delta G(x)$ реакції інтеркаляції – відповідно I, III та IV доданків рівняння [9]:

$$\Delta G(x) = \mu_i(x) - \mu_0 = kT ln \left| \frac{x}{1-x} \right| + N \omega x + \left[E_F(x) - E_F(0) \right] + L \frac{\partial C}{\partial x} + E_0, \qquad (1)$$

.

r

де : x – кількість впроваджених атомів магнію, що припадає на одну базову структурну одиницю матеріалу-«господаря», $\mu_i(x)$ – хімічний потенціал

впровадженого атома магнію в матриці-«господарі», μ₀ – хімічний потенціал магнію в металевому магнієвому аноді, k – стала Больцмана; N – число найближчих сусідніх місць; О – енергія взаємодії впроваджених "гостьових" компонентів; Е_F – положення рівня Фермі; С – відстань між шарами; L коефіцієнт, що визначається потенціальною функцією Леннарда-Джонса, Е₀ – енергія взаємодії «гість-господар». Зрозуміло, цього можна досягнути, вибравши у якості «господаря» матеріал з геометрично більшими «гостьовими» позиціями, вистеленими слабополяризовуваними атомами. Цим вимогам в певній мірі задовільняє цеоліт загальної формули $Na_n[Al_nSi_{96} -_nO_{192}]$ з n < 27. Різному значенню відношення $\kappa = SiO_2 / Al_2O_3$ відповідають різні структури. При $\kappa = 13$ маємо цеоліт ZSM – 5 [10] (рис.1) з розмірами вікон ~ 6 Å, побудованих із 10 зв'язаних один з одним тетраедрів (Al,Si)O₄.



Рис. 1. Фрагмент структури цеоліту ZSM – 5

За другим підходом зменшення падіння $\Delta G(x)$ з ростом х можна добитися цілеспрямованим керуванням впливом II і III членів рівняння (1) за рахунок відповідної зміни електронної будови системи «господар-гість». В першому випадку збільшення розрядної ємності (ступеня максимального «гостьового» навантаження) можна досягнути, реалізувавши ситуацію, при якій кулонівське відштовхування змінилося б на притягання між гостьовими компонентами. Для з'ясування умови появи такої можливості розглянемо модельний гамільтоніан системи у вигляді:

$$H = H_0 + H_{\rm int} + H_{h-g} \,, \qquad (2)$$

де:

$$H_{0} = \sum_{\alpha,\kappa,\sigma} E_{\alpha,\kappa,\sigma} \widehat{C}^{+}_{\alpha,\kappa,\sigma} C_{\alpha,\kappa,\sigma}$$
(3)

гамільтоніан матеріалу– «господаря» (тут α нумерує валентну зону і зону провідності);

$$\begin{split} H_{int} &= E_{I} \sum_{\sigma} \left(a_{\sigma}^{+} a_{\sigma} + b_{\sigma}^{+} b_{\sigma} \right) + U(n_{a\uparrow} n_{a\downarrow} + n_{b\uparrow} n_{b\downarrow}) - \\ &- \frac{1}{2} \Gamma(n_{a\uparrow} n_{b\uparrow} + n_{a\downarrow} n_{b\downarrow}) + I \sum_{\sigma} \left(a_{\sigma}^{+} b_{\sigma} + h.e^{-} \right) + \\ &+ W \sum_{\sigma,\varsigma} \left(n_{a\sigma} n_{b\varsigma} \right) - W \sum_{\sigma} \left(n_{ba} + n_{bc} \right) + W_{ion} \end{split}$$
(4)

гамільтоніан "гостьової" підсистеми, вибраний у вигляді еквівалентному гамільтоніану Гайтлера-Лондона [11];

$$H_{h-g} = \sum_{\alpha,\kappa,\sigma} (V_{\alpha,\kappa} a_{\sigma}^{+} C_{\alpha,\kappa,\sigma} + h.e) + \sum_{\alpha,\kappa,\sigma} (\ddot{V}_{\alpha,\kappa} b_{\sigma}^{+} C_{\alpha,\kappa,\sigma} + h.e) , (5)$$

де
$$V_{\sigma\kappa} = -\int \phi_{at}(\vec{r} - \vec{R}_1) \frac{e^2}{|\vec{r} - \vec{R}_1|} \psi_{\alpha,\kappa}(\vec{r}) d^3 \vec{r}$$
,
 $\hat{V}_{\alpha,\kappa} = V_{\alpha,\kappa} \exp(i\vec{k}\vec{d}_z)$, $\phi_{at}(\vec{r} - \vec{R}_1)$ – атомарна

хвильова функція, $\psi_{\sigma,\kappa}$ — функція Блоха описує взаємодію "гостьового" компоненту з носіями заряду матриці.

Взаємодія між двома впровадженими гостьовими компонентами (в одну, або сусідні "гостьові" позиції) призводить до розщеплення їхньої гібридизованої орбіталі на зв'язуючу і антизв'язуючу вітки з енергетичним положенням відповідно під і над рівнем Фермі. Така топологія енергетичних рівнів інтеркалянту вказує на доцільність трансформації моделі Гайтлера–Лондона в метод молекулярних орбіталей для спрощення знаходження електронних станів. Тоді, вводячи нові оператори:

$$\begin{split} \hat{A}_{\sigma} &= \frac{1}{\sqrt{2}} (a_{\sigma} + b_{\sigma}) \\ \hat{A}_{\sigma}^{+} &= \frac{1}{\sqrt{2}} (a_{\sigma}^{+} + b_{\sigma}^{+}) \\ \hat{B}_{\sigma}^{+} &= \frac{1}{\sqrt{2}} (a_{\sigma}^{+} - b_{\sigma}^{+}) \\ \hat{B}_{\sigma}^{+} &= \frac{1}{\sqrt{2}} (a_{\sigma}^{+} - b_{\sigma}^{+}) \\ , \end{split}$$
(6)

в апроксимації Хартрі-Фока для модифікованого гамільтоніану

$$\tilde{H} = H_0 + \tilde{H}_{int} + \tilde{H}_{h-g}$$
⁽⁷⁾

ле:

$$E_1 = E_1 - W - |I| + M_1; E_1 = E_1 - W + |I| + M_2, (8)$$

$$M_{1} = \sum_{\varepsilon,\kappa} \frac{|V_{\alpha,\kappa}|^{2} \cos^{2} \frac{\vec{k} \vec{d}_{z}}{2}}{\omega - E_{\alpha,\kappa}}; \quad M_{2} = \sum_{\varepsilon,\kappa} \frac{|V_{\alpha,\kappa}|^{2} \sin^{2} \frac{k d_{z}}{2}}{\omega - E_{\alpha,\kappa}}; (9)$$

Звідси знаходимо умову притягання між впровадженими гостьовими компонентами з утворенням зв'язаного стану:

$$\tilde{\mathrm{E}}_{\mathrm{I}} \langle \mathrm{n}_{\mathrm{A}\uparrow} \rangle + \mathrm{W} + \mathrm{E}_{\mathrm{c}} + \left(\mathrm{E}_{\mathrm{c}} - \langle \mathrm{n}_{\mathrm{A}\uparrow} \rangle \right) < 2\mathrm{E}_{\mathrm{F}},$$

. .

$$E_F > E_I - W - |I| + M_1 + T \ln \frac{W}{E_c - E_I + |I| - M_1}$$
 (10)

Із (10) чітко видно, що і при ненульовій температурі можливе притягання впроваджених гостьових компонентів, причому без участі фононів. Таке притягання відображає бажану природу фазового переходу І роду, а її реалізації, як видно, можна сприяти керуванням положення рівня Фермі E_F .

У другому випадку (III член) контрольована зміна як власного, так і домішкового енергетичного спектру дасть змогу «конструювати» вигляд розрядної кривої за допомогою зміни положення рівня Фермі. Як один з можливих ефективних методів досягнення цієї мети є помішення системи «гомподар -гість» У кристалічне поле «субгосподаря» i формування таким чином фракталізованого інтеркалатного комплексу 3

дублетно-матричною ізоляцією «субгосподар<господар-гість> » (рис. 2 б,в)



Рис. 2. Інтеркалатні наноструктури з одноматричною (а) та дублетноматричною ізоляцією конфігурації «Layer-in-Layer» (б) та « Nanotube-in-Chanel»(в). 1 – гостьовий компонент, 2 – структурні елементи "господаря", 3 - структурні елементи "субгосподаря"

Виходячи з цього, за першим підходом в експериментах застосовувався цеоліт ZSM-5 з питомою поверхня 400 м²/г та вільним об'ємом 0,32 $\rm cm^3/cm^3$.

За другим синтез дублетноматричної ієрархічної структури «мезопористий вуглець - нанодисперсний шаруватий Bi₂Se₃» проводився наступним чином. В "субгосподаря" якості матеріалу _ використовувалося активоване вугілля з бімодальною пористою структурою. Діаметр мікропор знаходився в межах 0,6 ÷ 1,6 нм, а їхній об'єм складав 0,3 ÷ 0,6 см³/г; розмір мезопор 20 ÷ 42 нм, об'єм - 0,2 ÷ 0,4 см³/г. Його питома ємність в катодній області, що включала ємність подвійного електричного шару та фарадеєвську псевдоємність не перевищувала 20 мАгод/г. Такий вуглецевий матеріал просочувався розчином BiCl₃ та Na₂SO₃ в етиленгліколі до якого згідно реакції (11) в стехіометричні кількості додали порошкового Se. Реагенти помістили в стальний автоклав, що був заповнений етиленгліколем до 90% його загального об'єму і герметично закрили.

2 Ві³⁺ + 3 Se + 3 SO₃²⁻+6 ОН⁻→ Ві₂Se₃ + 3 SO₄²⁻ + 3 H₂O (11) Синтез тривав при 160⁰С протягом 90 год відповідно, з наступним охолодженням в режимі виключеної печі. Після закінчення процесу одержаний матеріал для його очищення почергово відмито етиловим спиртом і дистильованою водою і висушено при 80⁰С до постійної маси.

Для електрохімічних досліджень формувалися електроди площею 0,5 см² на нікелевій підкладці. співвідношенням Склал електроду визначався активний матеріал: струмопровідна добавка (ацетиленова сажа) : зв'язуючий агент як 85% : 10% : 5%. Маса активного матеріалу не перевищувала 3 мг. Термодинамічні та кінетичні закономірності магнієвої інтеркаляції досліджувалися в трьохелектродній електрохімічній комірці з 0,55молярним розчином Mg(ClO₄)₂ в пропіленкарбонаті та хлор-срібним електродом порівняння **i**3 застосуванням методу імпедансної спектроскопії в діапазоні частот $10^{-3} \div 10^6$ Гц за допомогою вимірювального комплекса "AUTOLAB" фірми CHEMIE" "ECO (Голандія), укомплектованого комп'ютерними програмами FRA-2 та GPES.

II. Результати та їх обговорення

Як видно з рис.3, на коннцетраційній х – осі гостьового навантаження наявні інтервали незалежності зміни вільної енергії Гіббса ($\Delta G(x)$) реакції впровадження Mg⁺⁺, для яких похідні $\partial x/\partial (\Delta G)$ прямують до безмежності (рис.4), що вказує на фазові переходи першого роду, тобто на існування в зазначених інтервалах двохфазних областей. Для цеолітової структури це $0.0144 < x \le 0.065$, 0.106 < x≤ 0,140 та 0,140 < х ≤ 0,188, а для дублетноматричноїструктури $0.571 < x \le 3.92$ та $3.94 < x \le$ 6,23. Околи точок мінімумів $x \approx 4$ (*C*<*Mg_xBi₂Se₃*>), $x \approx$ 0,086 та $x \approx 0,14$ (Mg_xZSM) на концентраційних залежностях диференціальної ємності (рис. 4) найчастіше пов'язуються з упорядкуванням гостьової підсистеми [12]. В концентраційному інтервалі "гостьового" навантаження $0,009 < x \le 0,07$ та 0.1 <*x* ≤ 0,17 для *Mg_xZSM* та 0,68 < *x* ≤7,25 для *C*<*Bi*₂*Se*₃> утворюється нестехіометричних ряд сполук інтеркалювання $C < Mg_{x}Bi_{2}Se_{3} >$ відповідні ٠ хронопотенціограми для кожного виміряного значення х представляли собою паралельні прямі до часової осі, зміщені по осі ординат пропорційно до кількості пропущеної електрики [13, 14].



Рис. 3. Залежність зміни вільної енергії Гіббса реакції інтеркаляції магнієм цеоліту ZSM-5 (1) та дублетно-матричної C<Bi₂Se₃> (2) від ступеня гостьового навантаження



Рис. 4. Залежність диференціальної ємності реакції інтеркаляції магнієм дублетно-матричної C<Bi₂Se₃> (1) та цеоліту ZSM-5 (2) від ступеня гостьового навантаження



Рис. 5. Потенціодинамічна крива реакції інтеркаляції магнієм цеоліту ZSM-5, отримана при швидкості розгортки потенціалу 10 мВ/сек



Рис. 6. Діаграми Найквіста для Mg_xZSM при x = 0,112 (1); 0,224 (2) та 0,448 (3)

Інтеркаляційний характер струмоутворюючої реакції в цеоліті ZSM-5 добре прослідковується на потенціодинамічних кривих (рис.5), виміряних навіть при досить високій швидкості розгортки потенціалу 10 мВ/сек. При цьому діаграми Найквіста мають вигляд, характерний для кінетично-дифузійного контролю (рис. 6). Видно, що при ступенях гостьового навантаження x = 0,112 (1) та x = 0,224(2) діаграми Найквіста представляють собою незавершені півкола, які простягаються y низькочастотну область. При подальшому збільшенні ступеня гостьового навантаження (діаграма 3) низькочастотне півколо зменшується і імпедансна поведінка стає все більш подібною до імпедансної поведінки, якій відповідає вітка напівнеобмеженого елемента Варбурга, яка у низькочастотній границі має тенденцію до трансформації у ємнісну вітку. Загалом цього і слід було очікувати із-за росту заповненості гостьових позицій. Моделювання отриманих імпедансних залежностей за допомогою комп'ютерної програми ZView-2 дало ЗМОГУ побудувати електричну еквівалентну схему (рис.7).

Опір Rs це послідовний еквівалентний опір, який включає в себе опір електроліту, опір підвідних

контактів. Серія п R1||C1 і R2||C2 провідників та послідовно включених ланок моделює перенесення заряду відповідно через межу розділу електроліт || цеоліт і через міжзеренні бар'єри. Ланка Rss || Css || W відповідає за перенесення заряду через цеоліт. Опір Rss ілюструє перенесення власних носіїв в об'ємі електроду, а наявність дифузійного імпедансу Варбурга (W) зумовлена концентраційною поляризацією системи при впровадженні магнію. В ємність матриці Css роблять внесок ємність області просторового заряду в шарі цеоліту і геометрична ємність цього шару. Елемент постійної фази СРЕ моделює пористість структури електроду [15].

Мg⁺⁺-інтеркаляційного Для процесу струмоутворення в *C*<*Mg_xBi₂Se₃*> катодна вітка потенціодинамічної кривої має вигляд аналогічний як для цеолітової матриці ZSM-5 (що зображена на рис. 5), але потенціал різкого зростання катодного струму зсунутий у від'ємну область на 0.4 В. Останнє може вказувати на дещо гіршу кінетику. Діаграми мають дещо інший характер. Найквіста Ha початкових стадіях впровадження імпелансна поведінка добре описується відомою модифікованою схемою Рендлса-Ершлера [16], яка вказує на те, що дифузійні процеси в даній матриці підпорядковуються неідеальному закону Фіка. При граничних ступенях інтеркалювання імпедансна поведінка може бути описана практично ідеальним законом Фіка.



Рис. 7. Модельна еквівалентна схема для кінцевих стадій магнієвої інтеркаляції цеоліту ZSM

Таблиця. 1

Електрохімічні еквіваленти найбільш поширених катодних матеріалів в літієвих джерелах

| струму | |
|-----------------------|--------------------------|
| Матеріал – "господар" | Питома ємність, мА год/г |
| V_2O_5 | 150 |
| MnO_2 | 310 |
| CF _x | 860 |

Для порівняння, в таблиці 1 наведено дані [17] по теоретично можливій питомій ємності катодних матеріалів, використовуваних нині в літієвих джерелах струму. Видно, що отримані результати засвідчують перспективність запропонованого підходу до створення джерел струму нового покоління.

Висновки

Доведена можливість інтеркалювання цеоліту ZSM-5 та дублетно-матричної системи C<Bi2Se3> катіонами Mg++. Відповідна струмоутворююча реакція супроводжується утворенням нестехіометричних однофазних станів, що чергуються з двохфазними станами. Діаграми Найквіста як для MgxZSM і для C<Bi2Se3> мають вигляд характерний для кінетичнодифузійного контролю. Вперше показано, що використання цеолітових та дублетноматричних структур з нанообмеженою гостьовою геометрією для Mg++- інтеркаляційного струмоутворення забезпечує зростання питомої ємності до 370 мАгод/гр в першому випадку та понад 720 мАгод/гр в другому порівняно з відомими нині катодними матеріалами для джерел з магнієвим анодом.

- [1] Скундин А. М., Ефремов О. Н., Ярмоленко О. В. Современное состояние и перспективы развития исследований литиевых аккумуляторов // *Успехи химии*. **71**(4), сс. 378-397 (2002).
- [2] Kanevskii L. S. and Dubasova V. S. Degradation of Lithium-Ion Batteries and How to Fight It: A Review // *Russian Journal of Electrochemistry*. 41(1), pp. 1-16 (2005).
- [3] Brandt K. A critical review of rechargeble lithium battery technology // Proc. 12 th International seminar on primary and secondary battery technology and application. - Deerfield Beach (USA) (1995).
- [4] Gregory T., Hoffman R. & Winterton R. Nonaqueous electrochemistry of magnesium. Application to energy storage. J. Electrochem. Soc. 137, pp. 775–780 (1990).
- [5] Aurbach D., Lu Z., Schechter A., Gofer Y., Gizbar H., Turgeman R., Cohen Y., Moshkovich M. and Levi E. // Nature, 407, 724 (2000).
- [6] Levi M. D., Gizbar H., Lancry E., Gofer Y., Levi E., Aurbach D.// Journal of Electroanalytical Chemistry 569 pp. 211-223 (2004).
- [7] Novak P., Tuhof R. & Haas O. Magnesium insertion electrodes of rechargeable onaqueous batteries. A competitive alternative to lithium // Electrochim. Acta 45, pp. 351-367 (1999).
- [8] Zhan-Liang Tao, Li-Na Xu, Xing-Long Gou, Jun Chen and Hua-Tang Yuan // Chem. Commun. pp. 2080-2081 (2004).
- [9] Nagelberg A. S., Worrell W. L. Alkali metal intercalated transition metal disulfides: a thermodynamic model // *J. Sol. State Chem.* **38**(3), pp. 321-334 (1981).
- [10] Tanabe K., Hoiderich W. F. Industrial application of solid aced base catalust. // Appl. Catal. 181, pp. 399-434 (1999).
- [11] Давидов А. С. Квантовая механика. М., Наука, (1974).
- [12] McKinnon W. R., Haering R. R. Physical mechanisms of intercalation // Modern Aspects of Eiectrochemistry. New York. 15, pp. 235-261 (1983).
- [13] Thompson A. G. Electrochemical studies of lithium intercalation in titanium and tantalum dichalcogenides // Phys. B + C. 99B. (1-4), pp. 100-105 (1980).
- [14] Резникова Л.А., Александрова Д.П., Кабанов Б.Н. Исследование методом импеданса процессов, проходящих на цинковом электроде при его стационарном потенциале в щелочных растворах // Электрохимия. 16(5), с. 576 (1980).
- [15] А.Ю. Рычагов, Н.А. Уриссон, Ю.М. Вольфович. Электрохимические характеристики и свойства поверхности активированных углеродных электродов двойнослойного конденсатора // Электрохимия, 37 (11), сс. 1348-1356 (2001).
- [16] Электрохимический импеданс / З.Б. Стойнов, Б.М.Графов, Б.С. Саввова-Стойнова, В.В. Елкин. М.: Наука, 336 с. (1991).
- [17] Modern battery technology / Ed. Tuck C. D. S. New York: Ellis Horwook, 579 p. (1991).

S.A. Voynarovych, I.I. Grygorchak, M.V. Matviiv, M.M. Mitsov

New One- and Doublet of Patterns of Arrays With the Nanorestriction «Guest» Geometry for Mg⁺⁺-Intercalation of Current Formation

It is synthesized doublet matrix hierarchical structures – mesoporous carbon - nanodisperse stratified Bi_2Se_3 , Intercalation of magnesium is conducted in nanostructure with a the same thingmatrix and by the doublet matrix isolation of configuration, analyse dependence of change of free energy of Gibbsa of reaction, differential capacity on the degree of ntercalation by magnesium of thribble electric equivalent chart of this process and co-operation is analysed guest-owner in such systems