© 2009 ІМФ (Інститут металофізики ім. Г. В. Курдюмова НАН України) Надруковано в Україні. Фотокопіювання дозволено тільки відповідно до ліцензії

PACS numbers: 61.82.Rx, 78.55.Hx, 78.60.-b, 81.07.Bc, 81.20.Fw, 81.40.Wx, 82.75.Fq

Синтез и люминесцентные свойства наноразмерного гидроксиапатита кальция, активированного ионами Eu³⁺

Е. В. Зубарь

Физико-химический институт им. А. В. Богатского НАН Украины, Люстдорфская дорога, 86, 65080 Одесса, Украина

Наноразмерный гидроксиапатит кальция (ГАК), активированный ионами Eu³⁺, Ca_{10(1-x)}Eu_{10x}(PO₄)₆(OH)₂ (x = 0,01) получен путем осаждения из водного раствора и золь-гель-методом. Средний размер частиц образца, полученного осаждением из водного раствора, составил 40 нм. Методом люминесцентной спектроскопии установлено, что характер распределения ионов Eu³⁺ по позициям Са в структуре ГАК определяется как концентрацией активатора, так и условиями синтеза.

Нанорозмірний гідроксиапатит кальцію (ГАК), активований йонами Eu^{3+} , $Ca_{10(1-x)}Eu_{10x}(PO_4)_6(OH)_2$ (x = 0,01) синтезовано шляхом осаду з водного розчину та золь-ґель-методою. Середній розмір частинок зразка, одержаного шляхом осаду з водного розчину, дорівнює 40 нм. Методою люмінесцентної спектроскопії встановлено, що характер розподілу йонів Eu^{3+} за позиціями Са в структурі ГАК визначається як концентрацією активатора, так і умовами синтези.

Nanosized calcium hydroxyapatite (CHA) activated with Eu^{3+} ions is prepared by precipitation from aqueous solution and sol-gel method. The average particle size of the sample prepared by precipitation from aqueous solution is 40 nm. As revealed by luminescent spectroscopy method, the character of Eu^{3+} distribution on calcium sites in CHA structure is determined by both the activator concentration and preparation conditions.

Ключевые слова: наночастицы, гидроксиапатит кальция, золь-гельметод, люминесценция, структура.

(Получено 12 ноября 2008 г.)

Соединения и твердые растворы семейства апатитов находят широкое применение в качестве катализаторов и основ люминесцентных

581

материалов. В последнее время значительное внимание уделяется проблеме создания новых высококачественных материалов для костного протезирования. Наиболее эффективным материалом для замены поврежденной костной ткани считается наноразмерный гидроксиапатит кальция (ГАК) $Ca_{10}(PO_4)_6(OH)_2$. Современная медицина предъявляет комплекс достаточно высоких требований к материалу-имплантату. В частности, такие биоматериалы должны обладать определенными прочностными характеристиками в сочетании со сравнительно высокой растворимостью в биосредах, а также стимулировать остеогенез. Дисперсная структура и высокая удельная поверхность наночастиц ГАК обеспечивает их взаимодействие с клетками организма и создаёт тем самым благоприятные возможности для лечения ряда дефектов костных тканей. Кроме того в ряде работ [1, 2] продемонстрированы перспективы использования наноразмерного ГАК, активированного ионами Eu^{3+} и Tb^{3+} , в качестве носителя ДНК в биохимии.

Вопрос о характере изоморфного замещения лантанидов в ГАК (т.е. о распределении ионов лантанидов в решетке апатитов) представляется актуальным, так как химическая модификация апатитов лантанидами является одним из путей улучшения свойств последних как катализаторов, биоматериалов, люминофоров. Цель настоящей работы заключалась в изучении влияния условий синтеза на распределение и люминесцентные свойства ионов Eu³⁺ в ГАК.

Известно, что ГАК кристаллизуется в гексагональной системе с пространственной группой $P6_3/m$ [3]. Тетраэдры PO_4 размещены в структуре таким образом, что образуют две неэквивалентные позиции для распределения катионов Са (рис. 1). Позиция Са(1) имеет чисто кислородную координацию с N = 9, тогда как в позиции Са(2) атомы кальция окружены шестью атомами кислорода, входящими в состав групп PO_4^{3-} , и одной группой ОН⁻. Отношение концентраций Са(1)/Са(2) равняется $\cong 0,66$ [3].

Наноразмерный гидроксиапатит кальция, активированный ионами Eu³⁺, Ca_{10(1-x)}Eu_{10x}(PO₄)₆(OH)₂ (x = 0,01) был получен двумя методами: путем осаждения из водного раствора и золь-гель-методом. В ходе реакции осаждения к нагретому до 60°С водному раствору (NH₄)₂HPO₄ при постоянном перемешивании добавляли раствор Ca(NO₃)₂. pH раствора поддерживалось на уровне 10, отношение Ca²⁺/PO₄³⁻ = 1,67. Количества исходных компонентов рассчитывали на основе следующего уравнения материального баланса:

$$\begin{split} &10 \text{Ca}(\text{NO}_3)_2 + 6(\text{NH}_4)_2 \text{HPO}_4 + 8\text{NH}_4 \text{OH} \rightarrow \\ & \rightarrow \text{Ca}_{10}(\text{PO}_4)_6(\text{OH})_2 + 20\text{NH}_4 \text{NO}_3 + 6\text{H}_2 \text{O}. \end{split}$$

Образовавшийся осадок отфильтровывали и сушили на воздухе. Аналогичным путем был получен ГАК, активированный ионами

 ${\rm Eu}^{3^+}$. В качестве европийсодержащего компонента использовали ${\rm Eu}({\rm NO}_3)_3$. Номинальное содержание активатора составляло 1 ат.%. Для сравнения физико-химических свойств ГАК: ${\rm Eu}^{3^+}$, полученного осаждением из водного раствора, со свойствами продукта его высокотемпературного обжига образцы были подвергнуты термической обработке при 1000°C в течение 3,5 ч.

При получении ГАК золь-гель-методом смесь растворов $Ca(NO_3)_2 \cdot 4H_2O$, $Eu(NO_3)_3$ и лимонной кислоты выдерживалась 20 мин при комнатной температуре, затем к ней медленно добавляли водный раствор $(NH_4)_2HPO_4$. После выдержки в течение 15 мин температуру смеси поднимали до 70–80°С для обеспечения полноты протекания реакции. Затем раствор выпаривали и сушили полученный белый гель при 120°С. Образовавшийся коричневый осадок подвергали термической обработке сначала при 650°С в течение 10–15 мин, затем при 1000°С — 2 ч. Контроль фазового состава полученных таким образом образцов проводили методом рентгенофазового анализа (РФА) на дифрактометре ДРОН-2 с применением CuK_a -излучения. Люминесцентные измерения были выполнены в области 240–800 нм на спектрометре СДЛ-1 (ЛОМО), снабжённом ксеноновой лампой ДКСШ-150 в качестве источника возбуждения свечения.

Рентгенограмма образца, полученного осаждением из водного раствора, содержала рефлексы, соответствующие рефлексам ГАК. При этом средний размер частиц этого образца, рассчитанный с использованием формулы Шеррера, составил $\cong 40$ нм. Согласно данным РФА обжиг при 1000°С наноразмерного образца приводит к формированию хорошо окристаллизованного ГАК, о чем свидетельствует появление на рентгенограмме трех индивидуальных пиков при $2\theta \approx 31,83$, 32,10 и 32,90 [4]. Размер частиц продукта высокотемпературного обжига составил 1–2 мкм. Отметим также, что на рентгенограмме образца, полученного золь-гель-методом, помимо рефлексов ГАК присутствуют рефлексы, соответствующие примесной фазе — β -Ca₃(PO₄)₃.

Спектр люминесценции ионов Eu³⁺ в ГАК, полученном осаждением из водного раствора, представлен на рис. 2. Спектр состоит главным образом из трех групп полос в области 580–600, 608-630, 685-715 нм. Очевидно, что этот спектр обусловлен ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{J}$ переходами в ионах Eu³⁺. Хорошо известно, что спектр люминесценции ионов Eu³⁺ в позиции Ca(2) в структурах апатитов характеризуется наличием аномально интенсивной полосы при 574 нм, связанной с ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{0}$ переходом в ионе Eu³⁺ [5, 6]. При этом высокая интенсивность ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{0}$ перехода характериа для соединений, в которых ионы Eu³⁺ занимают позиции, характеризующиеся низкой точечной симметрией и высокой степенью ковалентности связи Eu-лиганд [7]. В спектре люминесценции ионов Eu³⁺ в ГАК, полученного осаждением из водного раствора, полоса, соответствующая переходу



Рис. 1. Структура гидроксиапатита кальция вдоль направления [001].



Рис. 2. Спектр люминесценции ионов Eu^{3+} в ГАК, полученном осаждением из водного раствора ($\lambda_{возб.} = 396$ нм).

 ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{0}$ отсутствует (рис. 2). Это означает, что ионы Eu³⁺ преимущественно занимают позиции Ca(1).

Как видно из рис. 3, высокотемпературный обжиг наноразмерного ГАК помимо повышения интенсивности люминесценции сопровождается значительными изменениями в спектральном составе излучения. В частности, в спектре наблюдается чрезвычайно интенсивная полоса при 574 нм, соответствующая переходу ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_0$, а также уменьшается ширина полос, так что в спектре проявляется тонкая структура. Спектр люминесценции ионов Eu^{3+} в продукте высокотемпературного обжига ГАК при возбуждении в области $\lambda_{\text{возб.}} = 396$ нм состоит из нескольких групп полос в области 570–580, 580-605, 605-635, 650-660, 695-710 нм (рис. 3). Из сравнения спектров люминесценции ионов Eu^{3+} (рис. 2, 3) можно заключить, что в продукте высокотемпературного обжига ГАК, полученного



Рис. 3. Спектр люминесценции ионов Eu^{3+} в продукте высокотемпературного обжига ГАК, полученного осаждением из водного раствора ($\lambda_{\text{возб.}} = 396$ нм).

осаждением из водного раствора, ионы Eu^{3^+} находятся как в позиции Ca(1), так и в позиции Ca(2). Действительно, помимо ряда полос, соответствующих переходу ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_2$, связанных с ионами Eu^{3^+} в положении Ca(1), в спектре (рис. 3) присутствует полоса с максимумом при 574 нм, обусловленная переходом ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_0$ в ионах Eu^{3^+} , находящихся в позициях Ca(2) [5, 6]. Отметим также, что полосы соответствующие ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_0$ и ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_2$ переходам имеют сопоставимую интенсивность.

Факт повышения интенсивности люминесценции мы связываем с увеличением растворимости оксида европия в ГАК в результате высокотемпературного обжига. Можно полагать, что при получении ГАК:Eu³⁺ методом осаждения из водного раствора только некоторая часть ионов европия, находящихся в реакционной смеси, входит в кристаллическую решетку конечного продукта. Как упоминалось выше, ионы Eu³⁺ в образце ГАК, полученном осаждением из водного раствора, предпочтительно занимают позиции Са(1). Таким образом, экспериментальные результаты указывают, что высокотемпературный обжиг сопровождается увеличением растворимости Eu₂O₃ и изменением характера распределения ионов Eu³⁺ в решетке ГАК. Авторы работы [8] изучили люминесцентные свойства ионов Eu³⁺ во фторапатите кальция и обнаружили, что в апатите, полученном путем твердофазной реакции, ионы Eu³⁺ преимущественно занимают позиции Ca(2), тогда как в апатитах полученных осаждением из водного раствора — позиции Са(1). Последующий обжиг при 900°С образца, полученного осаждением из водного раствора, сопровождается, по мнению авторов [8], миграцией ионов Eu³⁺ из позиции Ca(1) в позицию Ca(2). Предпочтительность в выборе позиций Ln³⁺ в структурах апатитов, по мнению авторов, обу-



Рис. 4. Спектр люминесценции ионов Eu^{3^+} в ГАК, полученном золь-гельметодом ($\lambda_{\text{возб.}} = 396$ нм).



Рис. 5. Спектр возбуждения люминесценции ионов Eu^{3^+} в продукте высокотемпературного обжига ГАК, полученного осаждением из водного раствора ($\lambda_{\text{люм.}} = 612$ нм).

словлена условиями синтеза. Наши данные согласуются с результатами, представленными в работе [8], однако наша интерпретация иная. Изменение характера распределения ионов Eu³⁺ по позициям Са в результате высокотемпературного обжига на наш взгляд связано не с миграцией ионов активатора, а с увеличением концентрации ионов лантанида в решетке ГАК.

На рисунке 4 представлен спектр люминесценции ионов Eu³⁺ в ГАК, полученном золь-гель-методом, при возбуждении в области $\lambda_{\text{возб.}} = 396$ нм. Видно, что он имеет много общего со спектром продукта высокотемпературного обжига образца, полученного осаждением из водного раствора. Однако имеются и некоторые отличия. В частности, интенсивность полосы при 574 нм, соответствующей пе-



Рис. 6. Спектр возбуждения люминесценции ионов Eu^{3^+} в продукте высокотемпературного обжига ГАК, полученного осаждением из водного раствора ($\lambda_{\text{люм.}} = 573$ нм).

реходу ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{0}$ в ионах Eu³⁺ в позициях Ca(2), существенно меньше по сравнению с интенсивностями полос в интервале 605–635 нм, соответствующих переходу ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2}$. В целом, в спектре люминесценции образца, полученном золь-гель-методом, преобладают полосы, соответствующие переходу ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2}$, что свидетельствует о преимущественном вхождении ионов Eu³⁺ в позиции Ca(1).

Спектры возбуждения люминесценции ионов европия, занимающих в ГАК две различные кристаллографические позиции, отличаются. На рисунке 5 представлен спектр возбуждения люминесценции ионов Eu³⁺ в продукте высокотемпературного обжига ГАК для $\lambda_{\text{люм.}} = 612$ нм, т.е. ионов Eu^{3^+} , занимающих позиции Ca(1). Помимо полос в области 355–370 нм (переход ${}^7F_0 \rightarrow {}^5D_4$), 370–385 нм (${}^7F_0 \rightarrow {}^5G_{2-4}$), 385–408 нм (${}^7F_0 \rightarrow {}^5L_6$), 408–420 нм (${}^7F_0 \rightarrow {}^5D_3$), 455–475 нм (${}^7F_0 \rightarrow {}^5D_2$), 520–540 нм (${}^7F_{0,1} \rightarrow {}^5D_1$), 570–580 нм (${}^7F_0 \rightarrow {}^5D_0$) в спектре присутствует полоса с максимумом при 253 нм, которая обусловлена переносом заряда с 2*p*-орбиталей О²⁻ на свободные 4*f*орбитали ионов Eu³⁺. Положение полосы переноса заряда (ППЗ) ионов Eu³⁺ в позиции Ca(1) является близким к характерным для оксидных соединений щелочноземельных металлов. Как видно из рис. 6, спектр возбуждения люминесценции ионов Eu^{3^+} для $\lambda_{\text{люм.}} = 573$ нм (т.е. ионов Eu³⁺ в положении Ca(2)) также содержит полосу переноса заряда, однако ее максимум $\lambda_{\text{макс.}} = 345$ нм существенно смещен в область больших длин волн. Очевидно, что наблюдаемое в эксперименте смещение ППЗ обусловлено большей степенью ковалентности связи Eu³⁺-лиганд в позиции Ca(2) по сравнению с позицией Ca(1). Отметим также, что спектры возбуждения люминесценции ионов Eu³⁺ в ГАК, полученного золь-гель-методом, для $\lambda_{\text{люм.}} = 612$ нм и $\lambda_{\text{люм.}} = 573$ нм оказались аналогичными спектрам возбуждения люминесценции

ионов Eu³⁺ в продукте высокотемпературного обжига ГАК.

Таким образом, из сравнения люминесцентных свойств ионов Eu³⁺ в образцах ГАК, полученных различными способами, можно сделать следующие выводы:

1) характер распределения ионов Eu³⁺ по позициям Са в структуре ГАК определяется концентрацией активатора; 2) распределение ионов Eu³⁺ по позициям Са существенно зави-

сит от условий синтеза.

ЦИТИРОВАННАЯ ЛИТЕРАТУРА

- 1. V. V. Sokolova, I. Radtke, R. Heumann, and M. Epple, Biomaterials, 27: 3147 (2006).
- 2. S. P. Mondejar, A. Kovtun, and M. Epple, J. Mater. Chem., 17: 4153 (2007).
- A. Serret, M. V. Cabanas, and M. Vallet-Regi, Chem. Mater., 12: 3836 (2000). 3. 4. Powder Diffraction File (Inorganic Phases) (Swarthmore: Joint Committee on
- Powder Diffraction Standards-JCPDS), file No. 9-432. R. El. Ouenzerfi, N. Kbir-Ariguib, M. Trabelsi-Ayedi, and B. Piriou, J. Lumi-5.
- nescence, 85: 71 (1999).
- 6. R. Ternane, G. Panczer, M. Th. Cohen-Adad, C. Goutaudier, G. Boulon, N. Kbir-Ariguib, and M. Trabelsi-Ayedi, Opt. Mater., 16: 291 (2001).
- 7. X. Y. Chen and G. K. Liu, J. Sol. State Chem., 178: 419 (2005).
- 8. M. Karbowiak and S. Hubert, J. Alloys Comp., 302: 87 (2000).