# Взаимосвязь оптических свойств приповерхностных слоев и объемных характеристик аморфных сплавов

© В.Д. Карпуша, У.С. Швец

Сумский государственный университет, 40007 Сумы, Украина E-mail: karpusha@sumdu.edu.ua

(Поступила в Редакцию 5 мая 2006 г.)

Методом спектральной эллипсометрии исследованы приповерхностные слои аморфных металлических сплавов  $Fe_{80}A_5B_{15}$  (A = Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni) и  $Fe_{78-x}Ni_xSi_9B_{13}$  (x = 0, 1, 4, 8, 16, 21 at.%), полученные методом спиннингования расплава. С помощью решения обратной задачи эллипсометрии определены характеристики оптических систем. Обнаружена взаимосвязь между особенностями оптических свойств приповерхностных слоев аморфных сплавов и их термической стабильностью.

PACS: 61.43.Dq, 78.20.-e

### 1. Введение

В настоящее время интенсивно исследуются и находят пирокое практическое применение различные классы гетерогенных покрытий [1,2]. Одним из них являются аморфные металлические сплавы (AMC), большой интерес к которым обусловлен очевидными преимуществами физических свойств этих материалов по сравнению с традиционными.

На данный момент известно достаточно много способов, которые позволяют получить разупорядоченные металлические материалы. Однако в каждом случае получаемые образцы характеризуются неоднородностью атомной структуры по глубине сплава, изменением концентрации отдельных атомов и избыточного свободного объема в приповерхностном слое [3-5]. Одна из основных проблем, которая ограничивает область применения АМС, связана с их термической нестабильностью, с теми структурными процессами релаксации, которые имеют место в уже свежеприготовленых расплавах. Для такого рода материалов характерным является переход в ходе кристаллизации расплава из нестабильного состояния в метастабильное и в конечном итоге — в стабильное состояние. При таких условиях полученная кристаллическая структура АМС наследует структуру жидкости [6,7]. В этой связи для корректной интерпретации экспериментальных результатов необходимо комплексное применение как методов, изучающих объемные свойства АМС, так и их приповерхностные слои [8]. Существующие оптические методы, неразрушающие исследуемую поверхность и обладающие высокой чувствительностью, позволяют изучать приповерхностные свойства структурно и химически неоднородных объектов. К такого рода методам относится эллипсометрический метод, дающий информацию о толщине и оптических параметрах приповерхностного слоя исследуемого образца.

Круг задач в этом направлении непрерывно расширяется, что приводит к необходимости изучения все более сложных объектов, исследования которых и корректная

интерпретация результатов невозможны без моделирования структуры отражающей поверхности. Несмотря на различные способы получения таких систем и различия как в составе, так и в физико-химических свойствах в их описании возможно использование общих модельных представлений.

Цель настоящей работы — анализ взаимосвязи между полученными эллипсометрическим методом структурнооптическими характеристиками приповерхностных слоев АМС Fe<sub>80</sub>AB<sub>15</sub> и F<sub>78-x</sub>Ni<sub>x</sub>Si<sub>9</sub>B<sub>13</sub> и их термической стабильностью.

## 2. Материалы и методика эксперимента

Исследовались группы АМС  $Fe_{80}A_5B_{15}$  и  $Fe_{78-x}Ni_xSi_9B_{13}$ , полученные методом спиннингования расплава. Для первой группы сплавов в качестве примесного материала использовались следующие материалы — Ті, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni; для второй — изменялось содержание никеля в сплаве (x = 0, 1, 4, 8, 16, 21 аt.%). Для изучения оптических свойств разупорядоченных систем в зависимости от энергии зондирующих фотонов применялся бесконтактный и неразрушающий поверхность спектроэллипсометрический метод Битти–Конна [9].

Учитывая структурную и химическую неоднородность АМС, в настоящей работе мы ввели эффективный параметр — "оптическую толщину" приповерхностного слоя, который позволил заменить в модельных эллипсометрических представлениях приповерхностных слой АМС его эффективным эквивалентом — однородной тонкой пленкой.

Оптические характеристики систем для модели "тонкая однородная пленка — однородная подложка" определялись при угле падения света  $\varphi = 74^{\circ}$  и длине волны падающего света  $\lambda = 816$  nm, а также при угле падения света  $\varphi = 72^{\circ}$  в диапазоне длин волн падающего света  $\lambda = 248 - 1220$  nm для сплавов Fe<sub>80</sub>A<sub>5</sub>B<sub>15</sub> и Fe<sub>78-x</sub>Ni<sub>x</sub>Si<sub>9</sub>B<sub>13</sub> соответственно. В основе исходных модельных представлений для описания структурных параметров аморфных образцов использовалось основное уравнение эллипсометрии [9,10]. Оптические характеристики ( $n_1$  — показатель преломления приповерхностного слоя,  $n_2$  — показатель поглощения приповерхностного слоя,  $k_2$  — показатель поглощения приповерхностного слоя,  $k_2$  — показатель поглощения подложки, d — толщина оптического слоя) определялись путем решения обратной задачи эллипсометрии — как минимизации функционала, содержащего неизвестные параметры систем, методом наименьших квадратов

$$F = \sum_{i=1}^{N} \left[ (\Delta_{i}^{c} - \Delta_{i}^{m})^{2} - (\psi_{i}^{c} - \psi_{i}^{m})^{2} \right],$$

где  $\Delta_i^c, \psi_i^c$  — рассчитанные на основе данной модели эллипсометрические параметры;  $\Delta_i^m, \psi_i^m$  — эллипсометрические параметры, полученные экспериментальным методом.

Использовался принцип отбора среди существующих решений, который позволил сузить класс возможных решений до компактного множества [11]. С учетом недостаточной точности спектральных методов эллипсометрии также проводилось исследование решения предложенной математической модели обратной задачи эллипсометрии на устойчивость путем отклонения начальных входных параметров на  $\pm 5\%$  для оптических систем с неизвестными значениями коэффициента преломления  $n_1$  пленки и ее оптической толщины d.

#### 3. Результаты и их обсуждение

Используемая математическая модель на основе метода эллипсометрии позволила рассчитать оптические характеристики приповерхностных слоев систем. Достоверность полученной модели проверялась путем сравнения с результатами, представленными в работах [9,12] для систем с низвестными оптическими толщинами *d* приповерхностного слоя и показателей преломления  $n_1$  приповерхностного слоя. Такое сравнение показыает, что экспериментальные данные в работе [12] и полученные результаты отличаются незначительно (*d* на 1.2%;  $n_1$  на 0.2%). Обработка экспериментальных результатов [9] показала, что *d* и  $n_1$  отличаются на 2.4–17 и 0.9–13.9% соответственно.

Полученные результаты изменения оптической толщины d приповерхностного слоя и коэффициента преломления  $n_1$  при отклонении последних на  $\pm 5\%$  свидетельствуют об устойчивости предложенной математической модели и как следствие этого о возможности использования этой модели для решения обратной задачи в наших условиях эксперимента (погрешность 2–3%).

Итогом решения обратной задачи эллипсометрии для сплавов  $Fe_{80}A_5B_{15}$  и  $Fe_{78-x}Ni_xSi_9B_{13}$  является нахождение эффективных показателя преломления и поглощения пленки  $(n_1, k_1)$  и подложки  $(n_2, k_2)$ , а также оптической толщины d неоднородного приповерхностного слоя. Зависимость целевого функционала F от  $(n_1, d)$  для сплава  $Fe_{80}V_5B_{15}$  представлена на рис. 1, которая имеет, как видно, сложную структуру.

Следует отметить, что уменьшение шага исследуемых параметров системы в процедуре их вычисления приведет к образованию гладкой поверхности (рис. 1). В то же время затраты времени на программные вычисления обратной задачи возрастут значительно. Полученное решение попадает в область, где оно принимает глобальное минимальное значение, поэтому математическая модель не нуждается в применении специальных методов для решения обратной задачи.

Зависимости оптической толщины d неоднородного приповерхностного слоя и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  от типа легирующего элемента для сплава Fe<sub>80</sub>A<sub>5</sub>B<sub>15</sub> (рис. 2) имеют подобный характер: сплав с максимальной или минимальной оптической толщиной d приповерхностного слоя характеризуется соответственно максимальной или минимальной температурой кри-



**Рис. 1.** Зависимость целевого функционала F от показателя преломления  $n_1$  и оптической толщины d приповерхностного слоя.



**Рис. 2.** Зависимости оптической толщины d неоднородного приповерхностного слоя и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  от типа легирующего элемента для сплава Fe<sub>80</sub> $A_5B_{15}$ .

Зависимости оптической толщины d неоднородного приповерхностного слоя и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  от содержания Ni в сплаве Fe<sub>78-x</sub>Ni<sub>x</sub>Si<sub>9</sub>B<sub>13</sub> для длины волны  $\lambda = 820$  nm

<i>x</i> , at%	d, nm	$T_{\rm cr},{ m K}$
9	40	820
1	38	820
4	35	800
8	32	790
16	33	780
21	31	790

сталлизации  $T_{cr}$ . Также экспериментально установлено качественно сходное влияние изменения содержания никеля в сплаве  $Fe_{78-x}Ni_xSi_9B_{13}$  на оптическую толщину *d* приповерхностного слоя и температуру кристаллизации  $T_{cr}$  (см. таблицу).

Выявлено, что такая взаимозависимость оптической толщины d приповерхностного слоя и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  прослеживается при больших длинах волн. Это объясняется увеличением толщины зондируемого слоя при увеличении длины волны падающего света: увеличивается информативность приповерхностного слоя, а следовательно, и результатов исследования.

Полученные результаты позволяют сделать вывод, что сложная атомно-электронная структура переходного слоя непосредственно связана с объемными свойствами аморфных сплавов в целом, что в конченом итоге является следствием наследования АМС структуры жидкости. Необходимо отметить, что в рассматриваемой модели отражающей поверхности не учитывается топологическая структура приповерхностного слоя. Тем не менее именно полученные эффективные модельные значения приповерхностного слоя АМС являются параметрами, связывающими особенности структуры приповерхностного слоя и термическую стабильность всего образца.

На рис. 3 приведены зависимости температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  и оптической проводимости  $\sigma$  для



**Рис. 3.** Зависимости оптической проводимости  $\sigma(hv)$  и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  от типа легирующего элемента для сплава Fe<sub>80</sub>A<sub>5</sub>B<sub>15</sub>.

длины волны падающего света  $\lambda = 827.5 \,\mathrm{nm}$  от типа легирующего элемента для сплава Fe<sub>80</sub>A<sub>5</sub>B<sub>15</sub>. Видно, что они носят антибатный характер: с увеличением порядкового номера атомов примеси температура кристаллизации T<sub>cr</sub> уменьшается, а значение оптической проводимости  $\sigma(hv)$  увеличивается. Поскольку абсолютные значения  $\sigma(h\nu)$  зависят от плотности электронных состояний на уровне Ферми, можно предположить, что выполняется критерий Нагеля-Таука. В соответствии с ним для элемента, имеющего наименьшую термическую стабильность, т.е. наименьшую температуру кристаллизации T<sub>cr</sub>, плотность электронных состояний будет наибольшая. Полученные результаты являются подтверждением критерия о стабильности аморфных сплавов, поскольку с увеличением порядкового номера атомов примесного материала значения оптической проводимости  $\sigma(h\nu)$  и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  изменяются антибатно по отношению друг к другу.

#### 4. Заключение

Подобный характер зависимостей оптической толщины d приповерхностного слоя и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  от типа легирующего элемента AMC указывает на прямую взаимосвязь между объемными и приповерхностными свойствами аморфных сплавов.

Экспериментальные зависимости значений оптической проводимости  $\sigma(hv)$  для длины волны падающего света  $\lambda = 827.5$  nm и температуры кристаллизации  $T_{\rm cr}$  от типа легирующего элемента имеют антибатную зависимость, что подтверждает критерий Нагеля–Таука о стабильности аморфных сплавов.

#### Список литературы

- L.G. Grechko, V.G. Levandovskii, V.V. Motrich, V.Yu. Reshetnyak. Functional mater. 2, 194 (1990).
- [2] Є.Ф. Венгер, А.В. Гончаренко, М.Л. Дмитрук. Оптика малих частинок і дисперсних середовищ. Наук. думка, Киев (1999). 348 с.
- [3] М.Л. Дмитрук, Т.А. Михайлик, В.Р. Романюк. Фізика і хімія твердого тіла **2**, 179 (2001).
- [4] В.И. Бетехтин, Е.Л. Гюлиханданов, А.Г. Кадомцев, А.Ю. Кипяткова. О.В. Толочко. ФТТ 42, 1420 (2000).
- [5] В.И. Бетехтин, А.М. Глезер, А.Г. Кадомцев, А.Ю. Кипяткова. ФТТ 40, 85 (1998).
- [6] В.И. Бетехтин, А.Г. Кадомцев, О.В. Толочко. ФТТ 43, 1815 (2001).
- [7] В.И. Бетехтин, А.Г. Кадомцев, О.В. Амосова. Изв. АН 67, 818 (2003).
- [8] Д.И. Биленко, В.П. Полянская, М.А. Гецьман, Д.А. Горин, А.А. Невешкин, А.М. Ященок. ЖТФ 75, 69 (2005).
- [9] Основы эллипсометрии / Под ред. А.В. Ржанова. Наука, Новосибирск (1978). 424 с.
- [10] Р. Аззам, Н. Башара. Эллипсометрия и поляризованный свет. Мир, М. (1981). 584 с.
- [11] А.Н. Тихонов, В.Я. Арсенин. Методы решения некорректных задач. Наука, М. (1974). 224 с.
- [12] Эллипсометрия в науке и технике. Выпуск 2 // Сб. тр. АН СССР. Новосибирск (1990). 189 с.