Электронная микроскопия микроструктуры тонких пленок сурьмы переменной толщины

© В.Ю. Колосов ,¹ А.А. Юшков,¹ Л.М. Веретенников ,^{1,2} А.О. Бокуняева¹

¹Уральский федеральный университет, 620075 Екатеринбург, Россия ²Уральский государственный экономический университет, 620144 Екатеринбург, Россия e-mail: yushkov.anton@urfu.ru

Поступило в Редакцию 12 января 2022 г. В окончательной редакции 26 июля 2022 г. Принято к публикации 27 июля 2022 г.

Напыленные в вакууме тонкие пленки Sb с градиентом толщины исследованы методами просвечивающей электронной микроскопии. Микроструктуры в пленках с увеличением толщины изменялись от аморфных островков увеличивающейся плотности и размеров до лабиринтной и сплошной пленки с текстурированием, также меняющимся с ростом толщины. На основе анализа картин изгибных экстинкционных контуров выявлен сильный внутренний изгиб кристаллической решетки, до 120 deg/µm, а также зависимость кристаллографических ориентировок в структурах пленки от толщины.

Ключевые слова: тонкие пленки, сурьма, текстура, изгиб кристаллической решетки.

DOI: 10.21883/JTF.2022.11.53447.09-22

Введение

13

Сурьма является известным примером материала, в тонких пленках которого наблюдали явление очень быстрой, "взрывной" кристаллизации. Сурьма входит в состав материалов (например, GST — Ge₂Sb₂Te₅), которые применяются для создания запоминающих устройств, основанных на эффекте фазового перехода (Phase Change Memory — PCRAM, DVD-RW).

Ранее процессы конденсации и кристаллизации тонких пленок сурьмы изучались рядом авторов. Так, было исследовано влияние следующих параметров на скорость и критическую толщину кристаллизации: типа подложки [1,2], ее температуры [1-3], скорости осаждения [2,4], взаимного расположения подложки и источника вещества [5], электронного облучения подложки [2,6]. Исследовался также рост сферолитных кристаллов в пленках [7,8]. На снимках, приводимых в ряде работ [2,8], видны некоторые характерные особенности микроструктуры, в том числе и картины изгибных контуров [9,10], однако ранее они подробно не исследовались. Присутствие многочисленных изгибных контуров в случае кристаллизующихся тонких пленок нередко свидетельствует о внутреннем изгибе решетки кристаллов, называемых трансротационными [10]. Внутренний изгиб является следствием сильно неравновесного быстропротекающего перехода аморфная фаза-кристаллическая фаза. Он может служить мерой внутреннего напряжения, дефектности структуры образца пленки, что может быть критичным для практических применений.

Задачей настоящей работы было электронно-микроскопическое исследование тонких пленок Sb переменной толщины с использованием метода изгибных экстинкционных контуров.

1. Методика эксперимента

Образцы тонкой пленки сурьмы были получены путем испарения из тигля в установке ВУП-4 при остаточном давлении 10^{-3} Ра и осаждения на подложку слюды, предварительно покрытую слоем аморфного углерода. Подложка имела комнатную температуру и располагалась на расстоянии 10 ст тигля. Напыление производилось через маску с круглыми отверстиями диаметром 3 mm для создания сильного градиента толщины, от 0 до 70 nm на 1 mm. Слой углерода с пленкой сурьмы отделялся от подложки на поверхности дистиллированной воды и захватывался стандартной медной сеткой для электронномикроскопических исследований. Образец помещался в колонну просвечивающего электронного микроскопа, первые снимки были получены в течение часа после напыления. Дальнейшие съемки не выявили с течением времени изменений в образцах.

Основные исследования проводились на просвечивающем электронном микроскопе JEM-2100 при ускоряющем напряжении 200 kV в просвечивающих режимах светлого и темного полей и дифракции. Дополнительно были проведены рентгеновский энергодисперсионный микроанализ — для оценки массовой толщины и состава, и съемка на оптическом микроскопе — для получения общего вида микроструктур в пленке.

Полученные электронно-микроскопические снимки обрабатывались преимущественно в программе ImageJ,

электронограммы расшифровывались с использованием программы CaRIne 3.1.

2. Измерения радиуса внутреннего изгиба кристаллической решетки и толщины кристаллитов

Для анализа были выбраны характерные области в различных частях образца вдоль градиента толщины вблизи границы фаз, в области максимальной постоянной толщины образца и в области между ними. Для обработки и измерений применялся графический пакет ImageJ. В ходе измерений строили гистограмму интен-



Рис. 1. *а* — снимок центра кристаллизации в пленке в поляризованном свете в оптическом микроскопе (след отверстия маски диаметром 3 mm); *b* — снимок центра кристаллизации в пленке (рассматриваемый далее подробнее участок выделен прямоугольником); *c* — центр кристаллизации при бо́льшем увеличении, с проиндицированными изгибными контурами (указаны стрелками) и зонно-осевыми картинами (выделены фигурами в белом цвете).



Рис. 2. a — обзор (монтаж ПЭМ-снимков) вблизи границы фаз, видны протяженные кристаллиты, имеющие небольшую кривизну в плоскости пленки (азимутальную), видны изгибные контуры; b — обзор в области постоянной (максимальной) толщины пленки вблизи центра кристаллизации, видны пакеты кристаллитов и разделяющие их области без преимущественной ориентировки, видны зонно-осевые картины пересекающихся контуров.

сивности (в направлении, перпендикулярном к контуру в данной точке) для точного нахождения положения минимумов и максимумов интенсивности, в соответствующих точках на светлопольном и темнопольном снимках. Для каждого контура в зависимости от его протяженности выполняли измерения в нескольких точках.

Для идентификации контуров в режиме темнопольного изображения на электронограмме выбранной области апертурной диафрагмой микроскопа выделяется интересующий рефлекс с известными кристаллографическими индексами. Остальные рефлексы, в том числе центральный, не дифрагировавший пучок, при этом отсекаются. В результате вклад в изображение дает лишь выбранный пучок, рассеянный на определенный угол, и высвечивается лишь изгибный контур, соответствующий выбранному рефлексу.

Измерения радиусов внутреннего изгиба кристаллической решетки в образце сурьмы производили, выполняя серии измерений расстояний между двумя яркими изгибными контурами в паре hkl и $\bar{h}\bar{k}\bar{l}$, снятыми в режиме светлого поля (рис. 1, *b*, *c*, 2) [11]. Для таких контуров (параллельных оси изгиба кристалла или его решетки), исходя из закона дифракции Вульфа–Брэгга, согласно [11], можно записать

$$N = R \cdot 2 \cdot \Theta, \tag{1}$$

где N — расстояние между контурами в паре на светлопольном изображении, R — радиус изгиба кристалла [11] (или кристаллической решетки [12,13], как в нашем случае) вокруг оси, лежащей в плоскости пленки, Θ — угол между плоскостями h k l и $\bar{h} \bar{k} \bar{l}$ в отражающем положении.

Заметим, что фактически данная формула предполагает, что ось зоны отражающих плоскостей и нормаль к пленке параллельны электронному пучку, а отражающие плоскости параллельны оси их разворота на 2 Θ . В более общих случаях для произвольных контуров выполняются более сложные соотношения [12], переходящие в рассматриваемую формулу в данном простейшем случае.

С учетом закона Вульфа-Брэгга, можно записать выражение для определения радиуса изгиба решетки через измеряемые на снимках величины

$$R = 2N/\lambda D, \qquad (2)$$

где λ — длина волны электрона (0.0025 nm при 200 kV), D — расстояние между парой противоположных рефлексов на электронограмме выбранной области.

По значению *R* рассчитывали внутренний изгиб решетки на единицу длины, который будем называть локальным (внутренним) удельным изгибом решетки, измеряемым в deg/µm.

3. Экспериментальные результаты и их обсуждение

3.1. Граница аморфной и кристаллической фаз

Вблизи края маски сурьма осаждалась в виде отдельных аморфных островков, размеры которых и плотность на подложке росли вдоль градиента концентрации до слияния в связную лабиринтную структуру и затем в сплошную пленку, образуя границу раздела аморфной и кристаллической фаз (рис. 3). На некоторых участках градиента граница аморфной и кристаллической фаз явно очерчена, на других образует неровный край с прорастаниями кристаллической фазы вглубь лабиринтной



Рис. 3. Участок неоднородной границы кристаллической (вверху) и аморфной (внизу) фаз с соответствующими электронограммами.

структуры и с изолированными аморфными включениями в окружении кристаллической фазы.

3.2. Микроструктуры в кристаллической фазе

Очень редкие центры кристаллизации в пленках сурьмы легче выявляются оптической микроскопией в поляризованном свете (рис. 1, a). Один из этих центров показан при бо́льшем увеличении на рис. 1, b с некоторыми проиндицированными экстинкционными контурами и осями зон отражающих плоскостей, приведенными на рис. 1, c. Наиболее примечательным представляется кристалл (выделен прямоугольником на рис. 1, b, и при большем увеличении показан на рис. 1, c) с многочисленными чередующимися зонно-осевыми картинами, свидетельствующими о заметных разориентировках решетки (как показано далее, соответствующих сильному внутреннему изгибу решетки).

Также, согласно [11], толщина пленки t может быть выражена, как

$$t = d_{hkl}^2 \cdot N/\lambda k, \tag{3}$$

где d_{hkl} — межплоскостное расстояние, k — расстояние между побочными максимумами интенсивности на изображении (на изображении в темном поле).

Наблюдаемые соседствующие зонно-осевые картины в кристалле свидетельствуют о большом интегральном изгибе кристаллической решетки. Мы можем оценить его, измеряя расстояние на снимке между двумя идентифицированными зонно-осевыми картинами, угол между осями зон которых известен. Интегральный изгиб решетки в расчете на единицу длины в указанном кристалле принимает значения от 18 deg/µm между осями зон [023] и [011] до 36 deg/µm между осями [122] и [001], а локальный изгиб — от 13 до 69 deg/µm.

От центра фронт кристаллизации распространялся к краям образца, формируя почти радиально разрастающуюся структуру (рис. 1, a, b). Наиболее характерные элементы микроструктуры — блоки слабо разориентированных кристаллитов (что следует из похожих зонноосевых картин, см. подробнее ниже), примыкающие друг к другу. Кристаллиты нередко почти параллельны, имеют лентовидную морфологию (рис. 2). Они могут также иметь небольшую кривизну в плоскости образца. Кристаллиты, составляющие пакеты, имеют лентовидную форму шириной 100–1000 nm и длиной 2–100 µm. По мере удаления от центра кристаллизации длина кристаллитов увеличивается (ср. рис. 2, a и b), аспектное соотношение длина/ширина растет от 10 до 10³, а границы становятся менее различимыми. В областях вблизи тонкого края сплошной пленки такие структуры не выявляются. Эти области соответствуют лабиринтным структурам границы кристаллической и аморфной фаз.

Наблюдаемые структуры можно описать как морфологическое текстурирование. Большая площадь ячеек образца заполняется кристаллитами, образующими блоки с сонаправленными границами (рис. 2). Эти блоки могут смыкаться в пленке сурьмы, в общем случае под разными углами. Блоки кристаллитов соседствуют с кристаллизованными областями, не имеющими преимущественной ориентировки решетки и границ (рис. 2, b). Похожие зонно-осевые картины, наблюдаемые в соседних кристаллитах, и соответствующие электронограммы указывают на близкие ориентировки и одинаковые оси зоны в них, чаще [1111]. С уменьшением толщины пленки растут площади отдельных пакетов. При этом в целом относительная площадь замощения пленки смыкающимися пакетами визуально не меняется. В структурах, примыкающих к центру кристаллизации, значение радиуса внутреннего изгиба R, определяемого по формуле (2), лежит в пределах $3.5-5 \mu m$, это соответствует локальному удельному изгибу решетки 12-17 deg/µm. Толщина пленки, вычисляемая по формуле (3), лежит при этом в пределах 40-60 nm. Для областей вблизи границы фаз радиус изгиба составляет 1-0.5 µm (соответственно локальный удельный изгиб 60-120 deg/µm). Измерения толщины по методу изгибных контуров вблизи границы аморфная фаза-закристаллизованная пленка не проводились, так как в этой области не выявляются вторичные максимумы контуров в темном поле, однако прямым наблюдением (сгибы, разрывы пленки) толщина была оценена как 10-15 nm.

Изменение средней толщины пленки (градиент толщины) в образце хорошо видно непосредственно на экране просвечивающего электронного микроскопа по уменьшению общей яркости изображения с продвижением вглубь образца: с ростом толщины снижается прозрачность образца для электронного пучка и, как следствие, снижается интенсивность изображения. Также наблюдается постепенный рост содержания сурьмы на плоскости образца по мере продвижения от островков к максимально толстым участкам (в том числе с прохождением границы аморфной и кристаллической фаз и зоны образования сплошной пленки за счет роста размеров, числа и связности островков Sb).

3.3. Кристаллографические ориентировки в пленке Sb

На участках сплошной пленки сурьмы в ней проявляются протяженные изгибные контуры, часто пересекающиеся с образованием зонно-осевых картин. В структурах вблизи центра кристаллизации (пакеты кристаллитов и неупорядоченные участки) преобладает ориентировка оси зоны [111]. С приближением к границе аморфной и кристаллической фаз преобладает ориентировка [001]; как правило, только эта ориентировка обнаруживается в области лабиринтных структур границы.

Было обнаружено, что вблизи границы фаз в пленке азимутальные разориентировки решетки малы, порядка единиц градусов, и редки в пределах одной ячейки предметной сетки (на расстоянии десятков µm) (рис. 4).



Рис. 4. *а* — ПЭМ-снимок участка границы аморфной и кристаллической фаз при малом увеличении со следом селекторной диафрагмы; *b* — электронограмма области, выделенной диафрагмой на рис. 4, *a*.



Рис. 5. *а* — ПЭМ-снимок участка границы аморфной и кристаллической фаз в режиме светлого поля; *b* — электронограмма участка с отмеченными для съемок рефлексами; *c* — снимок участка в режиме темного поля (видны домены с разной ориентировкой решетки).

Встречаются разориентировки оси зоны от положения, перпендикулярного пленке, выявляемые в виде доменов ориентировки в темном поле (рис. 5).

Для областей, близких к центру кристаллизации, была построена стереографическая проекция с нанесением некоторых изгибных контуров и преобладающих зонноосевых картин с осью зоны [001] в центре (рис. 6), соответствующей более плотной упаковке перпендикулярных ей кристаллографических плоскостей.

Заключение

Выявлены редкие центры кристаллизации в областях пленки, имеющих наибольшую толщину. Кристаллизация распространяется в области меньшей толщины, до границы лабиринтной структуры, образованной связными островками конденсированного вещества.

По данным измерений изгибных контуров, в образце сурьмы был выявлен значительный внутренний изгиб кристаллической решетки, до 120 deg/µm, ее преимущественно упругое искривление вокруг оси, лежащей в плоскости пленки, соответствующее трансротационным микрокристаллам [10]. Эти значения велики, но находят-



Рис. 6. Стереографическая проекция некоторых кристаллографических плоскостей (соответствующих парам ярких контуров на микрофотографиях) и выявляемых на электронограммах осей зон (обозначены черной точкой, в том числе [001] в центре).

ся в пределах возможных для упругой деформации тонких кристаллов. Данная особенность ранее выявлялась для тонких пленок различных материалов, например, селена и его соединений [13], оксида железа [14] и некоторых практически важных материалов, исследованных в других группах [15–18].

Показано, что в исследуемом случае с уменьшением толщины кристаллической пленки радиус изгиба (вокруг оси, лежащей в плоскости образца) уменьшался на порядок, от ~ 5 до $\sim 0.5\,\mu{\rm m}$. Зависимость радиуса изгиба от толщины пленки ранее наблюдалась и для других материалов.

В образцах выявлено текстурирование в виде пакетов более или менее вытянутых кристаллитов, как правило, с близкими кристаллографическими ориентировками, возникающее в результате распространения кристаллизации из редких центров кристаллизации. С уменьшением толщины кристаллической пленки сильно меняется аспектное отношение длины к ширине для кристаллитов. Его определяли, сопоставляя снимки с увеличением порядка ×5000 для определения ширины кристаллов и с увеличением порядка ×300–×500 — для оценки длины. Оно растет от 10 до примерно 10³.

В результате расшифровки большинства электронограмм установлено, что для лабиринтных структур и областей малой толщины сплошной пленки наиболее характерна ориентировка оси зоны [001]. В областях наибольшей толщины, вблизи центров кристаллизации, в пакетах параллельных кристаллитов более характерна ориентировка [111]; в "неупорядоченных" кристаллизованных областях между пакетами выявляются также ориентировки [001] и некоторые другие, в том числе [101], [225].

Финансирование работы

Работа выполнена при финансовой поддержке грантов РФФИ 19-32-90255 и 20-02-00906.

Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

Список литературы

- [1] M.H.B. Stiddard. J. Mater. Sci. Lett., 4, 1157 (1985).
- [2] K.L. Chaudhary, R. Kumar, A.K. Chopra. Defence Science J., 50 (4), 411 (2000).
- [3] M. Hashimoto, K. Kambe. Thin Solid Films, 94, 185 (1982).
- [4] N. Kaiser. Phys. Stat. Sol. A, 81 (99), 99 (1984).
- [5] M. Hashimoto. Thin Solid Films, 115, 309 (1984).
- [6] M. Hashimoto. Thin Solid Films, 113, 25 (1984).
- [7] H. Muller. Phys. Stat. Sol. A, 66 (199), 199 (1981).
- [8] H. Muller. Phys. Stat. Sol. A, 70 (249), 249 (1982).
- [9] П. Хирш. Электронная микроскопия тонких кристаллов (Мир, М., 1968)
- [10] V.Yu. Kolosov, A.R. Thölén. Acta Mater., 48, 1829 (2000). https://doi.org/10.1016/S1359-6454(99)00471-1
- [11] P. Delavignette, R.W. Vook. Phys. Stat. Sol., 3, 648 (1963).
- [12] I.E. Bolotov, V.Yu. Kolosov. Phys. Stat. Sol. A, 69, 85 (1982).
- [13] В.Ю. Колосов, Л.М. Веретенников. Поверхность, **2**, 70 (2000).
- [14] V.Yu. Kolosov, A.R. Tholen. Nanostructured Materials, 9, 323 (1997).
- [15] B.J. Kooi, J.T.M. De Hosson. J. App. Phys., 95, 4714 (2004).

- [16] P. La Fata, F. Torrisi, S. Lombardo, G. Nicotra, R. Puglisi, E. Rimini. J. App. Phys., **105** (8), 123 (2009).
- [17] V. Longo, M.A. Verheijen, F. Roozeboom, W.M.M. Kessels. ECS J. Sol. St. Sci. Tech., 2 (5), 120 (2013).
- [18] A. Alberti, C. Bongiorno, B. Cafra, G. Mannino, E. Rimini, T. Metzger, C. Mocuta, T. Kammler, T. Feudel. Acta Cryst. B, 61, 486 (2005).