03;05.4;12

Влияние давления рабочего газа на свойства тонких пленок высокотемпературных сверхпроводников, полученных магнетронным распылением

© А.К. Воробьев, С.В. Гапонов, С.А. Гусев, Ю.Н. Дроздов, Е.Б. Клюенков, В.И. Лучин

Институт физики микроструктур РАН, Н. Новгород

Поступило в Редакцию 18 августа 1997 г.

Приводятся результаты исследований поверхностной морфологии, состава, микроструктуры и электрических свойств тонких пленок высокотемпературных сверхпроводников YBa₂Cu₃O_{7-x}, полученных инвертированным магнетронным распылением, в зависимости от давления рабочей газовой смеси. На основе анализа характеристик зондов Ленгмюра определены основные параметры плазмы магнетронного разряда в области подложки. Изменение свойств пленок рассматривается как результат бомбардировки растущей пленки ионами плазмы, ускоренными в поле плавающего потенциала подложки. При давлении 28 Ра и температуре подложки 630°С получены пленки с температурой конца сверхпроводящего перехода $T_{coff} = 89$ К и плотностью критического тока $j_c = 2$ MA/cm² (при 77 K), свободные от частиц вторичных фаз с размерами больше 10 nm.

Для дальнейшего совершенствования устройств на основе тонких пленок высокотемпературных сверхпроводников необходимо решить проблему получения монофазных пленок. В результате отклонений состава от стехиометрии при одностадийном (in situ) росте пленок высокотемпературных сверхпроводников $YBa_2Cu_3O_{7-x}$ (YBCO), как правило, формируется гетерогенная система, состоящая из фазы 1-2-3 и фаз, обогащенных отдельными компонентами. Частицы вторичных фаз могут иметь высокую поверхностную плотность и размеры, намного превышающие характерные размеры приборов, формируемых на основе YBCO пленок [1,2]. Понимание важности проблемы вызвало интенсивный поиск технологий получения YBCO пленок с высокой однородностью фазового состава и гладкой поверхностью [3–6].

80



Рис. 1. a — температура конца сверхпроводящего перехода T_{coff} (I) и плотность критического тока j_c (при 77 K) (2); b — отношение интенсивностей характеристического рентгеновского излучения атомов меди и бария I_{Cu}/I_{Ba} (I) и плотность потока ионов на подложку, находящуюся на расстоянии 50 mm от мишени, j (2); в зависимости от давления газа p.

Известно, что свойства YBCO конденсата в значительной мере определяются методом и условиями осаждения. В частности, при магнетронном напылении сильное влияние на свойства может оказывать давление рабочего газа [7].

В настоящей работе исследовались поверхностная морфология, состав, микроструктура и электрические свойства тонких пленок высо-

котемпературных сверхпроводников $YBa_2Cu_3O_{7-x}$, полученных инвертированным магнетронным распылением, в зависимости от давления рабочей газовой смеси (Ar/O₂ в соотношении 1/1). Конструкция и особенности работы магнетронной распылительной системы подробно описаны в [8]. Исследовались свойства YBCO пленок на фианитовых подложках. Критические параметры YBCO пленок определялись по методикам, описанным в [9]. Совершенство кристаллической структуры контролировалось по рентгенодифракционным измерениям на дифрактометре ДРОН-4. Морфология поверхности YBCO пленок и их химический состав изучались с помощью электронного микроскопа JEM-2000 EX II, оснащенного энергодисперсионным спектрометром.

На рис. 1, а представлены значения температуры конца сверхпроводящего перехода T_{coff} и плотности критического тока j_c (при 77 K) YBCO пленок, полученных при температуре подложки $T_d = 660^{\circ}$ C, в зависимости от давления рабочей газовой смеси р. На рис. 2 представлены изображения, полученные во вторичных электронах, поверхности пленок при различных значениях р. Из рис. 1 и 2 видно, что пленки с наиболее высокими транспортными свойствами содержат частицы вторичных фаз. Химический состав, возможные причины и особенности формирования этих частиц подробно описаны нами в [9,10]. Видимые на рис. 2 частицы состоят в основном из меди. Из рис. 2 видно, что с уменьшением р происходит улучшение гладкости поверхности пленок. При давлениях 28 Ра формируются пленки, свободные от видимых частиц вторичных фаз с размерами больше 10 nm. На рис. 1, b представлены отношения интенсивностей линий характеристического рентгеновского излучения атомов меди и бария I_{Cu}/I_{Ba}, характеризующие изменение содержания этих компонентов в ҮВСО пленках, в зависимости от давления р. С уменьшением р относительное содержание меди в пленке уменьшается. Для "гладких" пленок $I_{\rm Cu}/I_{\rm Ba}=0.54$. Лля нашего эталона — монокристалла YBCO I_{Cu}/I_{Ba} = 0.46. Рентгенодифракционные данные показывают, что микроструктура пленок остается примерно постоянной в исследуемом диапазоне давлений. Параметр решетки *c* = 1.167–1.169 nm и полуширина кривой качания FWHM(005)YBCO = $0.4-0.6^{\circ}$ для всех пленок. Оптимизация температуры подложки ($T_d = 630^{\circ}$ C) при давлении 28 Ра позволила получить YBCO пленки с параметрами $T_{coff} = 89 \,\text{K}, j_c = 2 \,\text{MA/cm}^2$ (при 77 K), свободные от частиц вторичных фаз с размерами больше 10 nm.



Рис. 2. Изображение во вторичных электронах поверхности YBCO пленок, полученных при различных значениях давления газа p: a - 38 Pa; b - 30 Pa; c - 28 Pa.

В работах [7,11,12] наблюдаемые изменения поверхностной морфологии, состава и свойств YBCO пленок объясняются бомбардировкой растущей пленки отрицательными ионами кислорода, ускоренными в поле мишени. Однако расчет средней длины пробега ионов до термализации в наших условиях дает величину порядка 1 mm, что много меньше расстояния мишень–подложка (50 mm). Влияние давления на свойства YBCO конденсата мы связываем с эффектами бомбардировки растущей пленки ионами плазмы, ускоренными в поле плавающего потенциала подложки [13,14].

С целью подтверждения этого предположения на основе анализа характеристик зондов Ленгмюра (обычного и двойного цилиндрических

диаметром 0.1 mm и длиной 14 mm и плоского с размерами 10×10 mm) были определены основные параметры плазмы магнетронного разряда в области подложки. Установлено, что концентрация заряженных частиц в плазме изменяется от $7.6 \cdot 10^{10} \text{ cm}^{-3}$ до $2.2 \cdot 10^{10} \text{ cm}^{-3}$ в диапазоне давлений 25-47 Ра. Температура электронов и плавающий потенциал подложки не зависят от давления и составляют 0.22 eV и -1.8 V относительно потенциала плазмы (плавающий потенциал подложки определялся из характеристики плоского зонда с расположением и размерами, соответствующими расположению и размерам подложки). Следует заметить, что значения электронной температуры и плавающего потенциала определены более корректно по сравнению с предварительными данными, приведенными в [13]. На рис. 1, а представлены значения плотности потока ионов на подложку, находящуюся под плавающим потенциалом, полученные из значений ионного тока на плоский зонд, в зависимости от давления. Очевидно, что существуют ионы, ускоряющиеся в поле плавающего потенциала подложки и бомбардирующие поверхность конденсации с энергиями до 1.8 eV. Это превышает значение энергии активации десорбции компонентов YBCO 1.3 eV [15,16]. В результате, в частности, может иметь место селективная десорбция адатомов, приводящая к изменению состава конденсата (рис. 1, b).

Таким образом, приведенные выше результаты исследований показывают, что при in situ росте в инвертированной магнетронной распылительной системе существенное влияние на свойства YBCO пленок могут оказывать процессы бомбардировки поверхности конденсации ионами плазмы, ускоренными в поле плавающего потенциала подложки.

Работа выполнена в рамках программы КГНТ "Актуальные направления в физике конденсированных сред" (направление "Сверхпроводимость", проект 95043), при поддержке Российского фонда фундаментальных исследований (грант 96–02–16993) и INTAS (Project 94–3912).

Список литературы

- Waffenschmidt E., Waffenschmidt K.H., Arndt F. et al. // J. Appl. Phys. 1994.
 V. 75 (8). P. 4092–4096.
- [2] Hudner J., Thomas O., Mossang E. et al. // J. Appl. Phys. 1993. V. 74 (7).
 P. 4631–4641.
- [3] Rauch W., Behner H., Gieres G. et al. // Physica C. 1992. V. 198. P. 389-395.

- [4] Kuhle A., Skov J.L., Hjorth S. et al. // Appl. Phys. Lett. 1994. V. 64 (23).
 P. 3178–3180.
- [5] Auge J., Jansen M., Roskos H.G. et al. // Appl. Phys. Lett. 1994. V. 64. (23).
 P. 3166–3168.
- [6] Johnson C.N.L., Helmersson U., Madsen L.D. et al. // J. Appl. Phys. 1995. V. 77. (12). P. 6388–6393.
- [7] Sakuta K., Iyori M., Katayama Y. et al. // Jap. J. Appl. Phys. 1990. V. 29. N 4.
 P. L611–L613.
- [8] Воробьев А.К., Клюенков Е.Б., Таланов В.В. и др. // Письма в ЖТФ. 1993.
 Т. 19. В. 17. С. 12–17.
- [9] Белов Р.К., Володин Б.А., Воробьев А.К. и др. // ФТТ. 1995. Т. 37. № 3. С. 785–798.
- [10] Drozdov Yu.N., Gaponov S.V., Gusev S.A. et al. // Supercond. Sci. Technol. 1996. V. 9. P. A166–A169.
- [11] Xi X.X., Venkatesan T., Li Q. et al. // IEEE Trans. Magn. 1991. V. 27. P. 982– 989.
- [12] Geerk J., Xi X.X., Li H.C. et al. // Intern. J. of Modern Phys. B. 1989. V. 3. N 6. P. 923–932.
- [13] Drozdov Yu.N., Gaponov S.V., Gusev S.A. et al. // IEEE Trans. Appl. Supercond. 1997. V. 7 (in press.)
- [14] Drozdov Yu.N., Gaponov S.V., Gusev S.A. et al. // Presented at ISEC'97. Berlin. Juny 25–28, 1997. Extended Abstract Book. V. 2. P. 49–51.
- [15] Мамутин В.В. // Письма в ЖТФ. 1992. Т. 20. В. 15. С. 13-16.
- [16] Marmorcos I.K., Das Sarma S. // Surface Sci. Lett. 1990. V. 237. P. L411-L416.