Исследование экситонной электролюминесценции *p*-*n*-структур на основе 6*H*-SiC, полученных сублимационной эпитаксией

© А.А. Лебедев, Н.К. Полетаев, М.Ц. до Кармо*

Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе Российской академии наук, 194021 Санкт-Петербург, Россия *Университет Авейро, Авейро, Португалия

(Получена 30 января 1997 г. Принята к печати 22 апреля 1997 г.)

Проведено исследование спектров электролюминесценции p-n-структур на основе 6*H*-SiC, полученных сублимационной эпитаксией. Обнаружено, что интенсивность экситонной полосы быстро увеличивается с ростом плотности прямого тока и что данная полоса становится преобладающей в спектре излучения диода при больших плотностях прямого тока и повышенных температурах. Исследование сдвига положения максимума излучения данной полосы с ростом температуры показывает, что она скорее всего обусловлена рекомбинацией свободного экситона.

Введение

Несмотря на большое количество работ, посвященных исследованию краевой фотолюминесценции и электролюминесценции (т. е. излучения с энергией кванта, близкой к ширине запрещенной зоны) в 6*H*-SiC [1–6], многие вопросы, связанные с природой наблюдаемого излучения, еще не имеют окончательного решения. Так, остается не выясненным, обусловлено краевое излучение аннигиляцией свободного или связанного экситона [5]. Кроме того исследования коротковолновой части спектра излучения p-*n*-структур на основе 6*H*-SiC позволяют получить важную информацию о зонной структуре карбида кремния.

В настоящей работе были исследованы p-n-структуры на основе 6*H*-SiC, полученные методом сублимационной эпитаксии (СЭ) в открытой системе [7], которые, с одной стороны, широко используются для изготовления различных полупроводниковых приборов на основе SiC [8], и в которых, с другой стороны, подробное изучение экситонной электролюминесценции (ЭЛ) ранее не проводилось.

Предварительные замечания

Ранее исследование экситонной полосы в 6H-SiC проводилось главным образом методом фотолюминесценции и в области низких температур, $T \leq 300 \,\mathrm{K}$ [2,6]. Это было обусловлено тем, что в спектре ЭЛ на основе *p*-*n*-структур 6*H*-SiC преобладали широкие полосы, связанные с рекомбинацией носителей на фоновых глубоких акцепторных уровнях, которые накладывались на экситонное излучение. В *p*-*n*-структурах, полученных методом СЭ, при комнатной температуре максимум излучения находится в желто-зеленой области спектра. Это излучение обусловлено главным образом рекомбинацией носителей на *D*-центрах ($E_v + 0.58$ эВ), наличие которых связано с неконтролируемым легированием бором выращенных данным методом эпитаксиальных слоев [9]. (Примесь бора содержится в использующейся для роста графитовой арматуре.)

В *p*-*n*-структурах, полученных жидкостной и бесконтейнерной жидкостной эпитаксией, [4,5] концентрации D-центров на несколько порядков меньше, однако при этом в *n*-базе, как правило, имеется фоновая концентрация алюминия, дающего излучение в синей области спектра. Энергия ионизации центра — активатора ЭЛ $(\sim 0.27\, {\rm yB})$ в данном случае существенно меньше, что приводит к значительному температурному гашению ЭЛ уже при $T \simeq 300 \, \text{K}$. Однако ЭЛ, связанная с примесью алюминия, по своему спектральному положению находится гораздо ближе к экситонному пику и может мешать его наблюдению даже при небольшой интенсивности. Поэтому с нашей точки зрения было актуальным исследование экситонной ЭЛ в p-n-структурах, полученных методом СЭ и имеющих малую концентрацию фоновых акцепторных уровней.

Образцы

Исследовавшиеся в настоящей работе p-n-переходы были сформированы на грани (0001) Si монокристаллических n^+ -подложек карбида кремния политипа 6H. Легирующий примесью служили Al (p-тип) и N (n-тип проводимости). Толщина эпитаксиальных слоев p-типа составляла $1 \div 2$ мкм, а толщина слоев n-типа — $5 \div 10$ мкм. Площадь p-n-структур составляла $\sim 2.5 \cdot 10^{-3}$ см². Для снижения фоновой концентрации глубоких акцепторных уровней в слое n-типа проводимости до эпитаксии проводился длительный отжиг ростовой ячейки в вакууме при температурах > 2000°С.

Эксперимент

Как показали DLTS-измерения, концентрация *i*- и *D*-центров в исследовавшихся p-n-структурах была в 2÷3 раза меньше, чем в образцах, исследовашихся в [7,8]. В соответствии с этим интенсивность желто-зеленой полосы была слабой и экситонную электролюминесценцию можно было наблюдать при токах > 10^{-3} A (рис. 1). Спектральное положение экситонной полосы



Рис. 1. Спектр краевой электролюминесценции *p*-*n*-структур при комнатной температуре. *J* = 30 мА.



Рис. 2. Зависимости интенсивностей полос электролюминесценции от прямого тока: желто-зеленая полоса при 300 K(1); экситонная полоса при 300(2) и 650 K(3).

 $(\lambda_{\text{max}} \simeq 425 \pm 1 \text{ нм})$ хорошо совпадало с данными других авторов для спектров как фотолюминесценции, так и электролюминесценции. Интенсивность экситонного пика увеличивалась с ростом тока быстрее, чем интенсивность излучения в какой-либо другой части спектра ЭЛ (рис. 2). Более детальное рассмотрение показало, что интенсивность экситонной линии (I_{ex}) увеличивалась с ростом тока (J) как $I_{\text{ex}} = (J)^n$, где $n = 2 \pm 0.2$. При этом особенно быстрый рост интенсивности экситонной полосы наблюдался в области малых токов $J = (1 \div 6) \cdot 10^{-2}$ А. Возможно, это было связано с увеличением диффузионной длины дырок при увеличении уровня инжекции [10].

С увеличением температуры образца и величины прямого тока экситонный пик становился доминирующим в спектре излучения диода (рис. 3). Это происходило по следующим причинам: 1) более быстрый рост пика I_{ex} с ростом J, чем каких-либо других полос электролюминесценции; 2) рост величины диффузионной длины дырок с ростом температуры [11]; 3) температурное гашение всех полос ЭЛ, кроме экситонной. При температуре 650 К сохранялась прежняя зависимость интенсивности



Рис. 3. Спектр электролюминесценции p-n-структур при T = 450 К. J = 500 мА.



Рис. 4. Температурная зависимость ширины запрещенной зоны (E_g) 6*H*-SiC по данным работ: I - [13], 2 - [14], 3 - [12]. 4 -экспериментальная температурная зависимость положения максимума (E_m) экситонной электролюминесценции.

Физика и техника полупроводников, 1997, том 31, № 11

экситонной полосы от плотности прямого тока с n = 2. С ростом температуры наблюдалось смещение положения максимума экситонной ЭЛ в длинноволновую область (рис. 4).

Обсуждение результатов

Существует несколько статей, посвященных определению величины запрещенной зоны 6H-SiC и ее температурной зависимости. На рис. 4 представлены результаты трех наиболее известных работ [12-14]. На этом же рисунке приведены экспериментальные данные по температурной зависимости максимума экситонной ЭЛ, полученные в настоящем исследовании. Как видно из рисунка, наши экспериментальные данные располагаются выше зависимости, полученной в работе [12], уже при комнатной температуре, а при 650 К совпадают с шириной запрещенной зоны, полученной в работе [14]. Таким образом, по нашему мнению, экспериментальные данные, полученные в данной работе, согласуются только с результатами работы [13], так как энергия экситонного излучения не может превышать ширину запрещенной зоны ни при какой температуре. Как видно из рис. 4, энергия максимума экситонной ЭЛ с увеличением температуры уменьшается слабее, чем величина запрещенной зоны (E_g) , т, е. существует температурная зависимость величины $E_g - h\nu_{\rm max} \simeq -kT$, которая характерна для излучения, обусловленного аннигиляцией свободного экситона [2].

Заключение

Проделанная работа позволяет сделать следующие выводы.

1. Положение максимума краевой электролюминесценции 6*H*-SiC p-n-структур и его температурная зависимость, полученные в данной работе, согласуются только с результатами измерения температурной зависимости E_g 6*H*-SiC, приведенной в работе [13].

2. Квадратичная зависимость интенсивности краевой ЭЛ p-n-структур от тока, так же как температурная зависимость $E_g - h\nu_{\rm max} \simeq -kT$ указывают на то, что ЭЛ скорее всего обусловлена рекомбинацией свободного экситона в 6*H*-SiC.

Часть работы выполнена при поддержке Университета Аризоны (США).

Список литературы

- [1] Э.Е. Виолин, Г.Ф. Холуянов. ФТТ, 6, 593 (1964).
- [2] M. Ikeda, T. Haykava, H. Matsunami, T. Tanaka. J. Appl. Phys., 50, 8215 (1979).
- [3] W. v. Münch, W. Kürzinger. Sol. St. Electron., 21, 1129 (1978).
- [4] В.А. Дмитриев, П.А. Иванов, Я.В. Морозенко, И.В. Попов, В.Е. Челноков. Письма ЖТФ, 11, 246 (1985).

- [5] М.М. Аникин, А.М. Стрельчук, А.Л. Сыркин, В.Е. Челноков, А.Е. Черенков. ФТП, 28, 284 (1994).
- [6] А.М. Данишевский, А.Ю. Рогачев. ФТП, 30, 17 (1996).
- [7] M.M. Anikin, A.A. Lebedev, S.N. Pyatko, A.M. Strel'chuk, A.L. Syrkin. Mater. Sci. Eng., B11, 113 (1992).
- [8] M.M. Anikin, P.A. Ivanov, A.A. Lebedev, S.N. Pyatko, A.M. Strel'chuk. In: *Semiconductor Interfaces and Microstructures*, ed by Z.C. Feng (World Scientic, Singapore) p. 280.
- [9] A.A. Lebedev, V.E. Chelnokov. Diamond and Related Mater., 3, 1393 (1994).
- [10] А.А. Лебедев. ФТП, **30**, 999 (1996).
- [11] А.М. Стрельчук. ФТП, 29, 1190 (1995).
- [12] H.R. Philipp, E.A. Taft. Silicon Carbide–a High Temperature Semiconductor, ed by J.R. O'Connor and J. Smiltens (Oxford– London–New York–Paris, Pergamon Press, 1960) p. 306.
- [13] W.J. Choyke. Mater. Res. Bull., 4, S141 (1968).
- [14] А.Н. Пихтин, Д.А. Яськов. ФТТ, 12, 1597 (1970).

Редактор Л.В. Шаронова

Investigation of the exciton electroluminescence of 6H-SiC p-nstructures grown by sublimation epitaxy

A.F. loffe Physicotechnical Institute, 194021 St. Petersburg, Russia *Aveiro University, 3800 Aveiro, Portugal

Abstract Electroluminescence spectra of 6H-SiC obtained by sublimation epitaxy were investigated. It is shown that exciton band intensity increased very quickly with increasing forward current (*J*) and became to predominate in the diode radiation spectrum at high values of *J* and elevated temperatures. Investigation of the temperature bias of the band maximum position shows that this radiation is connected with recombination of a free exciton.