Влияние температуры отжига на электролюминесценцию ионов эрбия в Si: (Er,O)-диодах: диоды с ориентацией подложки (111)

© Н.А. Соболев, А.М. Емельянов, Ю.А. Николаев

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

(Получена 30 марта 2001 г. Принята к печати 3 апреля 2001 г.)

Исследовано влияние температуры второго, активирующего образование оптически и электрически активных центров, отжига Si:(Er,O)-диодов с ориентацией (111) на электролюминесценцию ионов эрбия на длине волны $\lambda \approx 1.54$ мкм. Легирование осуществлялось имплантацией ионов эрбия с энергиями 2.0, 1.6 МэВ дозами $3 \cdot 10^{14}$ см⁻², а также ионов кислорода с энергиями 0.28, 0.22 МэВ дозами $3 \cdot 10^{15}$ см⁻². При комнатной температуре интенсивность электролюминесценции в режиме пробоя возрастает с ростом температуры отжига от 700 до 950°С. При температурах отжига 975–1100°С электролюминесценция эрбия в режиме пробоя не наблюдается из-за возникновения микроплазм. Интенсивность инжекционной электролюминесценции при 80 К убывает с ростом температуры отжига от 700 до 1100°С.

Большой интерес к исследованиям полупроводниковых структур, легированных редкоземельными элементами (РЗЭ), обусловлен перспективами их использования в оптоэлектронике. В диодах, изготовленных на основе монокристаллического кремния, наблюдалось излучение трехвалентных ионов эрбия (максимум на длине волны $\lambda \approx 1.54\,$ мкм) [1–7] и гольмия (максимум на длине волны $\lambda \approx 1.96$ мкм) [8,9]. Максимальная интенсивность излучения ионов РЗЭ при комнатной температуре обычно достигается при подаче на диод обратного напряжения туннельного или лавинного пробоя. Интенсивность инжекционной люминесценции существенно ниже. Это связывают с различиями в механизмах возбуждения и девозбуждения электролюминесценции (ЭЛ) в режиме прямого тока и в режиме пробоя [1]. Расчеты, однако, показывают, что и в режиме пробоя концентрация излучающих ионов РЗЭ обычно на несколько порядков меньше концентрации введенных имплантацией ионов РЗЭ. В результате интенсивность созданных к настоящему времени светоизлучающих Si: (Er,O)и Si: (Ho,O)-диодов даже при практически однородной плотности тока по площади *p*-*n*-переходов [3,5] недостаточна для их широкого использования. Вводимые при имплантации ионы РЗЭ в основном не являются оптически активными. Кроме того, имплантация ионов РЗЭ в больших дозах ($D\gtrsim 10^{14}\,{
m cm}^{-2}$) приводит к аморфизации кремния. Для твердофазной перекристаллизации аморфизованного таким образом слоя кремния обычно используется послеимплантационный отжиг при температуре T₁ = 620°С, а для оптической активации введенных примесей — отжиг при более высокой температуре Т₂. Практически во всех предшествующих работах по исследованию Si:(Er,O)-диодов T₂ составляла 900°С. Выбор этой температуры был обусловлен перенесением на технологию светоизлучающих диодов результатов зависимости интенсивности фотолюминесценции от температуры отжига [10-12].

Цель настоящей работы состояла в исследовании влияния температуры отжига T₂ на интенсивность ЭЛ

Si: (Er,O)-диодов, изготовленных на основе кремния ориентации (111) при дозах введенных имплантацией ионов эрбия $D = 3 \cdot 10^{14}$ см⁻².

Экспериментальные условия

Ионы эрбия с энергиями E = 2.0, 1.6 МэВ дозами $D = 3 \cdot 10^{14} \, \mathrm{cm}^{-2}$ и кислорода с энергиями E = 0.28, 0.22 МэВ дозами $D = 3 \cdot 10^{15}$ см⁻² имплантировались в (111)-ориентированные и полированные пластины кремния *n*-типа проводимости с удельным сопротивлением 5 Ом · см, выращенного по методу Чохральского. Выбор дозы имплантации ионов эрбия 3 · 10¹⁴ см⁻² обусловлен тем, что при выбранной нами технологии и T₂ = 900°C ранее была достигнута максимальная интенсивность ЭЛ ионов эрбия [6]. Ионы бора (E = 40 кэВ, $D = 5 \cdot 10^{15}$ см⁻²) и фосфора $(E = 80 \, {\rm кэB}, D = 1 \cdot 10^{15} \, {\rm сm}^{-2})$ имплантировались в лицевую и обратную стороны пластины соответственно для создания сильно легированных *p*⁺- и *n*⁺-слоев. Отжиг при $T_1 = 620^{\circ}$ С (1 ч) приводил к переклисталлизации аморфизованного слоя Si: (Er,O). Для образования эрбийсодержащих оптически и электрически активных центров применялся второй изохронный отжиг (в течение 0.5 ч) при $T_2 = 700 - 1100^{\circ}$ С. Меза-диоды с рабочей площадью $S = 4.0 - 4.5 \text{ мм}^2$ изготавливались по обычной технологии [2-7]. Более половины рабочей площади *p*⁺-слоев было свободно от металлизации. В этой части структур можно было наблюдать ЭЛ в видимой области спектра. Для наблюдения видимого свечения диоды в темноте помещались в поле зрения микроскопа МБС-9. Вольт-амперные характеристики (ВАХ) диодов измерялись на частоте 32 Гц при длительности импульсов 0.5 мс. ЭЛ возбуждалась прямоугольными импульсами тока на частоте 32 Гц при длительности импульсов 2 или 5 мс. При измерении излучение диодных структур фокусировалось линзовой системой на входную щель монохроматора МДР-23 и на его выходе регистрировалось неохлаждаемым InGaAs-диодом (с разрешени-

Экспериментальные результаты и обсуждение

Спектры ЭЛ при температуре $T = 300 \,\mathrm{K}$ для диодов, смещенных в обратном направлении, показаны на рис. 1. Зависимости типа І на рис. 1 наблюдались в диодах, отожженных при $T_2 = 700-950^{\circ}$ С, а типа 2 при T₂ = 975-1100°С. Для первого типа спектров помимо относительно слабого и почти не зависящего от λ излучения, обусловленного переходами "горячих" электронов внутри зоны проводимости кремния, (так называемая "горячая" ЭЛ [2]) наблюдаются пики с максимумом при $\lambda = 1.538$ мкм, обусловленные излучательными переходами электронов между расщепленными в кристаллическом поле уровнями ${}^{4}I_{13/2}$ и ${}^{4}I_{15/2}$ ионов Er³⁺. Для второго типа спектров характерно наличие практически только горячей ЭЛ. Интенсивность ЭЛ ионов Er⁺³ в максимуме возрастает с ростом обратного тока, достигая при насыщении значения I_{Er}. Зависимость $I_{\rm Er}$ от температуры T_2 представлена на рис. 2. В температурном интервале 700 $\leq T_2 \leq 950^\circ \mathrm{C}$ интенсивность *I*_{Er} с ростом температуры отжига возрастает. При более высоких температурах (975 $\leq T_2 \leq 1100^{\circ}$ С) ЭЛ эрбия практически отсутствует.

На рис. 3 представлены измеренные при 300 К обратные ветви ВАХ для ряда исследованных диодов. Величина напряжения пробоя *p*-*n*-перехода (*V*_{th}) определялась путем экстраполяции близкого к линейному участка



Рис. 1. Спектры электролюминесценции (EL) в режиме пробоя p-n-структур, отожженных при $T_2 = 950$ (1) и 1000°C (2).

Физика и техника полупроводников, 2001, том 35, вып. 10



Рис. 2. Зависимость максимальной интенсивности электролюминесценции ионов Er^{3+} на длине волны $\lambda = 1.538$ мкм в режиме пробоя от температуры второго отжига T_2 .



Рис. 3. Обратные ветви ВАХ диодных структур, различающихся температурой второго отжига *T*₂.

ВАХ при достаточно больших токах к нулевому току. С увеличением T_2 значения V_{th} изменяются немонотонно: существенно уменьшаются при увеличении температуры отжига от 700 до 900°С и резко увеличиваются при $T_2 \ge 975^{\circ}$ С. Наряду с увеличением V_{th} наблюдается значительное уменьшение наклона обратной ветви ВАХ, т.е. рост дифференциального сопротивления диода в режиме обратного смещения p-n-перехода. Отметим, что на прямых ветвях ВАХ аналогичного увеличения дифференциального сопротивления при увеличения дифференциального сопротивления при увеличения температуры отжига выше 950°С не наблюдается. В диодах, отожженных при $T_2 \le 950^{\circ}$ С, значение напряжения



Рис. 4. Спектры электролюминесценции (EL) образцов с различными температурами второго отжига T_2 при плотности прямого тока ~ $10 \,\text{A/cm}^2$ и температуре 80 K.



Рис. 5. Зависимости интенсивности электролюминесценции (EL) при 80 К и плотности прямого тока $\sim 10 \,\text{A/cm}^2$ от температуры второго отжига T_2 : $I - \lambda \approx 1.54$ мкм, $2 - \lambda \approx 1.13$ мкм.

пробоя не превышает 5 В, что характерно для туннельного механизма пробоя. При $T_2 \ge 975^{\circ}$ С величина напряжения пробоя составляет не менее 7 В, т.е. соответствует области напряжений, присущих лавинному пробою. В режиме пробоя и при плотностях тока до $10 \text{ A}/\text{cm}^2$ мы не зарегистрировали визуально излучение в структурах, отожженных при $T_2 \le 950^{\circ}$ С и помещенных в темноте в поле зрения микроскопа. Если температура отжига $T_2 \ge 975^{\circ}$ С, то при пробое в микроскоп наблюдается свечение отдельных микроплазм на незакрытой металлом части рабочей площади p-n-переходов. Таким

образом, практическое отсутствие сигнала ЭЛ ионов эрбия в диодах, отожженных при $T_2 \ge 975^{\circ}$ С, по-видимому, связано с возникновением значительной неоднородности распределения обратного тока по площади p-n-перехода и, как следствие, значительным уменьшением количества оптически активных ионов, возбуждаемых в области объемного заряда p-n-перехода.

Во всех исследованных структурах в режиме прямого тока ЭЛ ионов эрбия при комнатной температуре не регистрируется по крайней мере при плотностях тока $\sim 10 \,{
m A}/{
m cm}^2$. Спектры ЭЛ при $T = 80 \,{
m K}$ и плотности прямого тока $\sim 10\,\mathrm{A}/\mathrm{cm}^2$ для ряда исследованных образцов с различными Т₂ представлены на рис. 4. В спектрах помимо пика эрбиевой ЭЛ с максимумом при $\lambda \approx 1.54$ мкм наблюдается пик излучения экситонов с максимумом при $\lambda \approx 1.13$ мкм, а также полоса излучения дефектов. Представленные на рис. 4 спектры измерены при токах, обеспечивающих максимальную интенсивность ЭЛ при $\lambda \approx 1.54$ мкм. С ростом температуры отжига T_2 интенсивность ЭЛ ионов эрбия уменьшается (см. рис. 4 и кривую 1 на рис. 5), и при $T_2 = 1100^{\circ}$ С излучение $\lambda \approx 1.54$ мкм обусловлено в основном ЭЛ дефектов. Зависимость 1 на рис. 5 качественно отличается от исследованных и опубликованных ранее [10-12] подобного рода зависимостей. Это различие обусловлено использованием в настоящей работе более высоких (аморфизующих кремний) доз имплантации ионов эрбия и кислорода и кремниевых пластин с другой ориентацией, что приводит к другому спектру образующихся структурных дефектов и, возможно, электрически и оптически активных центров. Интенсивность экситонной линии при фиксированной плотности тока 10 A/см² изменяется в зависимости от T_2 немонотонно (см. кривую 2 на рис. 5): убывает в диапазоне температур от 700 до 950°C и резко возрастает при $T_2 > 950^{\circ}$ С. При $T_2 > 950^{\circ}$ С, как отмечалось выше, наблюдались микроплазмы в режиме пробоя.

Согласно современным представлениям, для возбуждения как электролюминесценции при прямом токе, так и фотолюминесценции ионов эрбия в кремнии должны быть сформированы оптически и электрически активные центры, содержащие трехвалентные ионы Er³⁺ и имеющие в запрещенной зоне кремния уровни, способствующие передаче энергии от свободных носителей заряда ионам РЗЭ. В режиме пробоя *p*-*n*-перехода в легированной эрбием области объемного заряда образуются горячие носители, которые способны возбуждать ионы эрбия по ударному механизму. В этом случае возбуждение электронной подсистемы кристалла передается иону Er³⁺ непосредственно при столкновении горячего носителя с ионом РЗЭ. Соответственно различаются и механизмы девозбуждения ионов Er^{3+} в режимах прямого и обратного тока через диод. Различиями в механизмах возбуждения и девозбуждения ионов Er³⁺ и объясняется наблюдавшееся различие зависимостей интенсивности ЭЛ ионов эрбия от Т₂ в режиме прямого тока при 80 К и в режиме пробоя при 300 К.

Заключение

Интенсивность ЭЛ ионов эрбия при 300 К в режиме пробоя *p*-*n*-перехода для использованных в работе режимов имплантации ионов эрбия, кислорода, фосфора и бора монотонно увеличивается при увеличении температуры второго отжига T₂ от 700 до 950°С. При более высоких T₂ (975–1100°C) ЭЛ ионов эрбия в режиме пробоя практически не наблюдается из-за возникновения микроплазм, вызывающих значительную неоднородность обратного тока по площади диода. Интенсивность ЭЛ ионов эрбия при 80 К в режиме прямого тока убывает с ростом температуры отжига Т₂. Результаты работы показывают, что дальнейшее увеличение интенсивности ЭЛ ионов эрбия в Si: (Er,O)-диодах ориентации (111) при комнатной температуре может быть достигнуто при увеличении температуры отжига до $T_2 \ge 975^{\circ}$ С, если удается предотвратить возникновение микроплазм.

Авторы благодарят Е.О. Паршина и Р.В. Тараканову за помощь при изготовлении образцов.

Работа частично поддержана Российским фондом фундаментальных исследований (грант 99-02-17750), INTAS (грант 99-01872) и РФФИ-Бюро научно-технического сотрудничества Австрии (грант 01-02-02000 БНТСа).

Список литературы

- G. Franzo, S. Coffa, F. Priolo, C. Spinella. J. Appl. Phys., 81, 2784 (1997).
- [2] N.A. Sobolev, A.M. Emel'yanov, K.F. Shtel'makh. Appl. Phys. Lett., 71, 1930 (1997).
- [3] N.A. Sobolev, A.M. Emel'yanov, S.V. Gastev, P.E. Khakuashev, Yu.A. Nikolaev, M.A. Trishenkov. MRS Symp. Proc., 486, 139 (1998).
- [4] A.M. Emel'yanov, N.A. Sobolev, A.N. Yakimenko. Appl. Phys. Lett., 72, 1223 (1998).
- [5] Н.А. Соболев, Ю.А. Николаев, А.М. Емельянов, К.Ф. Штельмах, А.Н. Якименко, М.А. Тришенков, П.Е. Хакуашев, М.И. Маковийчук, Е.О. Паршин. Изв. РАН. Сер. физ., 63, 388 (1999).
- [6] Н.А. Соболев, А.М. Емельянов, Ю.А. Николаев. ФТП, 34, 1069 (2000).
- [7] А.М. Емельянов, Н.А. Соболев, М.А. Тришенков, П.Е. Хакуашев. ФТП, 34, 965 (2000).
- [8] Н.А. Соболев, А.М. Емельянов, Ю.А. Николаев. ФТП, 33, 931 (1999).
- [9] N.A. Sobolev, A.M. Emel'yanov, R.N. Kyutt, Yu.A. Nikolaev. Sol. St. Phenomena, 67–70, 371 (1999).
- [10] J. Michel, J.I. Benton, R.F. Ferrante, D.C. Jacobson, D.J. Eaglesham, E.A. Fitzgerald, Y.-H. Xie, J.M. Poate, L.C. Kimerling. J. Appl. Phys., 70, 2672 (1991).
- [11] Н.А. Соболев, М.С. Бреслер, О.Б. Гусев, И.М. Маковийчук, Е.О. Паршин, Е.И. Шек. ФТП, 28,1995 (1994).
- [12] N.A. Sobolev, O.V. Alexandrov, M.S. Bresler, O.B. Gusev, E.I. Shek, M.I. Makovijchuk, E.O. Parshin. Mater. Sci. Forum, 196–201, 597 (1995).

Редактор Л.В. Шаронова

Influence of annealing temperature on erbium ion electroluminescence in Si: (Er,O) diodes with (111) substrate orientation

N.A. Sobolev, A.M. Emelyanov, Yu.A. Nikolaev

Ioffe Physicotechnical Institute, Russian Academy of Sciences, 194021 St.Petersburg, Russia

Abstract A study has been made of the influence of temperature of the second annealing that promotes formation of optically and electrically active centers on the erbium ion electroluminescence at $\lambda \approx 1.54 \,\mu\text{m}$ wavelength in (111) Si: (Er,O) diodes fabricated by implantation of erbium and oxygen ions at 2.0, 1.6 MeV and 0.28, 0.22 MeV energies and $3 \cdot 10^{14} \,\text{cm}^{-2}$ and $3 \cdot 10^{15} \,\text{cm}^{-2}$ doses, respectively. The room temperature electroluminescence intensity under the breakdown regime increases with increasing annealing temperature from 700 to 950°C. After annealing in the range of 975–1100°C, erbium electroluminescence under the breakdown regime is not observed due to appearance of microplasmas. The injection electroluminescence intensity at 80 K decreases with increasing temperature from 700 to 1100°C.