

06;08;12

**ВЛИЯНИЕ УЛЬТРАЗВУКОВОЙ ОБРАБОТКИ  
НА МИКРОПРОЦЕССЫ ФОРМИРОВАНИЯ  
БАРЬЕРОВ ШОТТКИ ГЕТЕРОСИСТЕМ  
 $M-n-n^+GaAs$  ( $M = Pt, Cr, W$ )**

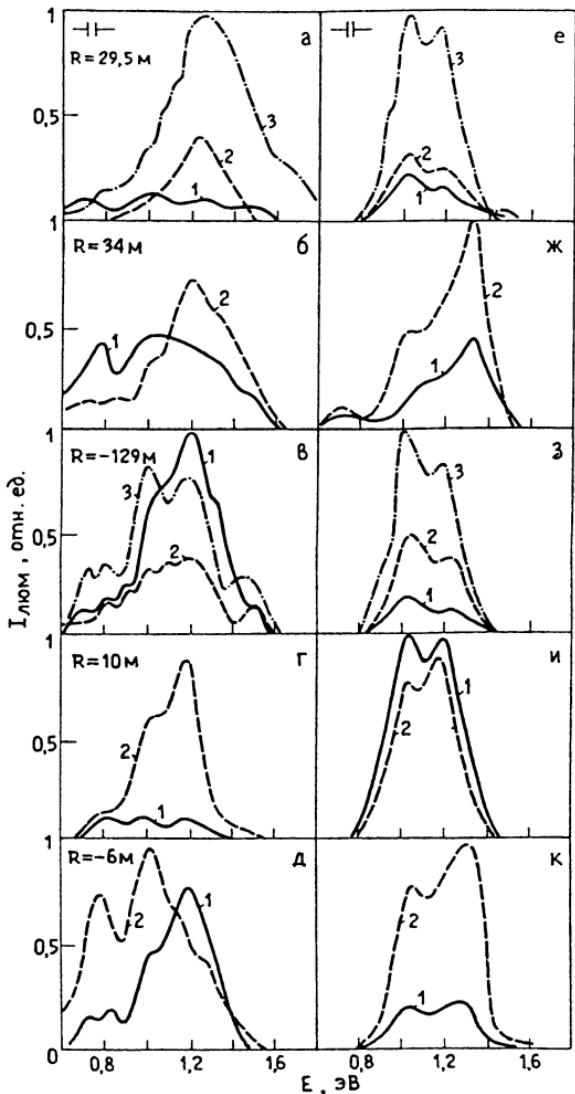
© И.Б. Ермолович, В.В. Миленин, Р.В. Конакова,  
И.В. Прокопенко, В.Л. Громашевский

Микроскопические связи между атомами на границе раздела металл–полупроводник (МП) определяют электронные свойства макроскопического контакта, его эксплуатационные характеристики, надежность и долговечность. Контролируемые воздействия на дефектную структуру полупроводника позволяют изменять, т. е. целенаправленно формировать границу раздела. В настоящей работе изучено влияние ультразвуковой обработки (УЗО) на физико-химические свойства гетероструктур  $M-n-n^+GaAs$ , формируемых металлами с разной химической активностью: Pt, Cr и W.

Структуры МП изготавливались электронно-лучевым испарением M в вакууме  $10^{-4}$  Па на нагретую подложку  $n-n^+GaAs$  с ориентацией поверхности (100). Толщины слоев металлизации не превышали 800 Å. Анализ физико-химического состояния гетероструктур осуществлялся методом Оже-спектроскопии. Деформационные эффекты — рентгено-дифракционным методом. Измерялись величины радиусов кривизны систем  $R$ . Полагали, что для вогнутой поверхности  $R > 0$ , для выпуклой  $R < 0$ . Спектр локальных состояний в запрещенной зоне подложки и вблизи гетерограницы структур, обусловленных точечными дефектами структуры и неконтролируемыми примесями, определялся по спектрам фотолюминесценции (ФЛ), измеренным со стороны подложки и металла соответственно в области 0.54–2.0 эВ при 77 К. Возбуждение велось светом лампы накаливания ПЖ-100 с  $h\nu > 2.0$  эВ ( $k > 10^5$  см $^{-1}$ ).

Изготовленные структуры подвергались УЗО, в продольном импульсном режиме с частотой 0.2–14 МГц и мощностью на передающем преобразователе 6 Вт/см. Длительность обработки 1 ч.

По данным Оже-спектроскопии получено, что основным процессом, происходящим на границе раздела при выбранных условиях приготовления гетероструктур, является взаимная диффузия компонентов гетероконтакта, приводящая



Спектры фотолюминесценции, измеренные при  $T = 77$  К структур  $M-n-n^+-GaAs$ ,  $M=Pt$  (а, б, в, е, ж, з);  $M=Cr$  (г, и);  $M=W$  (д, к) со стороны металла — а–д; подложки — е–к. Кривые 1 — исходные; 2 и 3 после УЗО — 1 и УЗО — 2 соответственно.

к нарушению стехиометрического состава в приповерхностном слое полупроводника. Эффекты, связанные с химическими взаимодействиями между металлами и GaAs, не проявляются даже при напылении наиболее химически активной Pt. Степень размытия границы раздела определяется химической активностью металла и исходными условиями приготовления гетероструктуры: наибольшая для Pt и меньшая для Cr и W. Для двух последних ярко выражена не-

стехиометричность диффузии компонентов полупроводника, связанная с большей глубиной проникновения Ga в слои металла.

Анализ деформационных эффектов в гетероструктурах показал, что в случае  $W$  образцы имеют знак деформации  $R < 0$ , для Cr  $R > 0$ . Для Pt даже для одной и той же толщины пленки механические напряжения либо отсутствуют  $R = 0$ , либо являются напряжениями сжатия  $R < 0$ , либо напряжениями растяжения  $R > 0$ . УЗО не оказывает заметного влияния на деформационные параметры структур, т. е. возникновение и распространение упругих волн не приводит к таким изменениям в плотности структурных дефектов кристалла, которые можно было зафиксировать по уровню остаточных деформаций. Однако ее влияние существенно в перестройке локальных точечных дефектов структуры, что было установлено по спектрам ФЛ гетероструктур.

На рисунке представлены типичные спектры ФЛ структур до (кривые 1) и после УЗО (кривые 2, 3), измеренные со стороны М-слоя (см. рисунок, а–д) и подложек (см. рисунок, е–к). В спектрах подложек наблюдаются полосы с  $h\nu = 1.02, 1.20$  и  $1.33 \text{ эВ}$ , соотношение которых в разных областях разное. В спектрах, измеренных со стороны М-слоев, содержится большое число полос, что свидетельствует о большей дефектности приконтактных областей. Металлизация приводит к трансформации спектров ФЛ, однако установить корреляцию изменений с природой напыляемого М не удается. В результате УЗО происходит усиление интенсивности ФЛ в целом как подложек, так и приконтактных областей, сужение и перераспределение интенсивностей полос. Это означает, что УЗ волна существенно ослабляет канал безызлучательной рекомбинации, гомогенизирует структуру за счет большего упорядочения пространственной локализации в решетке дефектов и примесей, а также изменяет дефектную структуру полупроводника, наиболее эффективно — в приконтактной области. Установлено, что при сжимающих напряжениях (см. рисунок, д) после УЗО преимущественной становится полоса  $1.02 \text{ эВ}$ , а при растягивающих — полоса  $1.20 \text{ эВ}$  (см. рисунок, а, б, г). К настоящему времени выяснено, что центры свечения в соединениях III–V являются комплексными с участием вакансий. Наличие упругих напряжений приводит к изменению химического потенциала вакансий, следствием чего является возникновение их направленных диффузионных потоков. УЗ волна стимулирует диффузию вакансий, поскольку энергия активации диффузии понижается:  $E = E_0 - \sigma_{yz} V$ , где  $E_0$  — равновесная энергия активации диффузии,  $\sigma_{yz}$  — напряжение,  $V$  — активационный объем. При сжимающих

напряжениях реализуется состояние пересыщения по вакансиям. Под действием УЗ волны пересыщение релаксирует к новому равновесию системы за счет образования комплексов и кластеров точечных дефектов. Картина изменяется на противоположную при растяжении кристалла: комплексы или кластеры дефектов распадаются на точечные составляющие. Степень пересыщения (недонасыщения) вакансиями зависит от концентрации легирующих и фоновых примесей, которые могут принимать участие в формировании примесно-вакансационных комплексов — центров излучательной и безизлучательной рекомбинации. Действительно, получено, что сжимающие напряжения способствуют возникновению комплексных центров свечения полосы 1.02 эВ — донорно-акцепторных пар ( $V_{Ga}D$ ) или ( $Cu_{Ga}D$ ) [1,2]. В то же время преимущественными центрами свечения при растягивающих напряжениях являются изолированные акцепторы  $Gu_{Ga}$  — центры полосы 1.02 эВ [3]. В пользу такого механизма воздействия УЗО свидетельствует также увеличение интенсивности ФЛ в целом, а также сужение полос, которые связаны с повышением подвижности точечных дефектов и примесей, приводящей к их большей пространственной и химической упорядоченности.

Особенности перестройки примесно-дефектной структуры на гетерограницах систем проявляются также в уменьшении обратных токов диодов Шоттки (на два порядка после УЗО), что является следствием уменьшения концентрации центров генерации-рекомбинации.

#### Список литературы

- [1] Williams E.W. // Phys. Rev. 1968. V. 168. N 3. P. 922–928.
- [2] Chiang S.Y., Peasfor Y.L. // J. Luminescence. 1975. V. 10. N 5. P. 313–322.
- [3] Popov A.S., Jakimova A. // Phys. Stat. Sol. (a). 1979. V. 51. N 1. P. K17–K21.

Институт физики  
полупроводников  
НАН Украины  
Киев

Поступило в Редакцию  
4 ноября 1995 г.