ห้องสมุดงานวิจัย สำนักงานคณะกรรมการวิจัยแห่งชาติ

การประทิชผู้โดงจรางขนามมาในเนทรที่มีรูปร่างคล้ายวงแนวน อากอินเทียนแกลเลียนสาร์เซโพล์ ด้าบโล้ปลูกเร็บสลักค้ายลำโพเลกุลนนยพยม

Muzichilaz amul

ริทยาทิสมธ์ที่มีผล่วนหนึ่งของการที่ถนาทานหลักสูตรบ์ริญญาโลรกรรมสาตลาดนั้นโทธิ สาขาวิชาวิตากรรมสาสตร์ อุสาสเกรามัสทั่ง พิสตร์ตากรรมสาสตร์ อุสาสเกรามัสทาวิทยาลัย อิทสิทธิ์ของอุสาสเกรามันทาวิทยาลัย





การประดิษฐ์โครงสร้างขนาดนาโนเมตรที่มีรูปร่างคล้ายวงแหวน จากอินเดียมแกลเลียมอาร์เซไนด์ ด้วยวิธีปลูกชั้นผลึกด้วยลำโมเลกุลแบบหยด



นางสาวนราพร ปั้นเก่า

วิทยานิพนธ์นี้เป็นส่วนหนึ่งของการศึกษาตามหลักสูตรปริญญาวิศวกรรมศาสตรคุษฎีบัณฑิต สาขาวิชาวิศวกรรมไฟฟ้า ภาควิชาวิศวกรรมไฟฟ้า คณะวิศวกรรมศาสตร์ จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย ปีการศึกษา 2553 ลิขสิทธิ์ของจุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย



# THE FABRICATION OF InGaAs RING-LIKE NANOSTRUCTURES BY DROPLET MOLECULAR BEAM EPITAXY



Miss Naraporn Pankaow

A Dissertation Submitted in Partial Fulfillment of the Requirements

for the Degree of Doctor of Philisophy Program in Electrical Engineering

Department of Electrical Engineering

Faculty of Engineering

Chulalongkorn University

Academic year 2010

Copyright of Chulalongkorn University

Thesis Title	The Fabrication of InGaAs Ring-Like Nanostructures by
	Droplet Molecular Beam Epitaxy
Ву	Miss Naraporn Pankaow
Field of Study	Electrical Engineering
Thesis Advisor	Associate Professor Somchai Ratanathammaphan, D.Eng.
Thesis Co-advisor	Professor Somsak Panyakeow, D.Eng.
Thesis Co-advisor	Professor Charles W. Tu, Ph.D.
	pted by the Faculty of Engineering, Chulalongkorn University in f the Requirements for the Doctor's Degree
	Dean of Faculty of Engineering
	( Associate Professor Boonsom Lerdhirunwong, Dr.Ing. )
THESIS COMMIT	Winch Saget Chairman
	(Professor Virulh Sa-yakanit, Ph.D.)
	Thesis Advisor
	( Associate Professor Somchai Ratanathammaphan, D.Eng. )
	Me Ul Thesis Co-advisor
	( Professor Somsak Panyakeow, D.Eng. )
	Chaldo Thesis Co-advisor
	( Professor Charles W. Tu, Ph.D.)
	Rajornyal Toolle Examiner
	( Assistant Professor Kajornyod Yoodee, Ph.D. )
	(hul S) r Examiner
	( Associate Professor Banyong Toprasertpong, Dr.Ing. )
	Challes External Examiner
	( Nonnadon Nuntawong, Ph.D. )

นราพร ปั้นเก่า : การประดิษฐ์โครงสร้างขนาดนาโนเมตรที่มีรูปร่างคล้ายวงแหวนจากอินเดียมแกลเลียม อาร์เซไนด์ ด้วยวิธีปลูกซั้นผลึกด้วยลำโมเลกุลแบบหยด. (THE FABRICATION OF InGaAs RING-LIKE NANOSTRUCTURES BY DROPLET MOLECULAR BEAM EPITAXY) อ. ที่ปรึกษา วิทยานิพนธ์หลัก : รศ.คร. สมชัย รัตนธรรมพันธ์, อ. ที่ปรึกษาวิทยานิพนธ์ร่วม: ศ.คร. สมศักดิ์ ปัญญา แก้ว, Prof.Dr. Charles W. Tu, 66 หน้า.

วิทยานิพนธ์นี้นำเสนอการประดิษฐ์โครงสร้างนาโนรูปวงแหวนของอินเดียมแกลเลียมอาร์เซไนด์ด้วย วิธีปลูกชั้นผลึกด้วยลำไมเลกุลแบบหยด โดยมีการแปรเงื่อนไขในการขึ้นรูปหยดของอินเดียมแกลเลียม เพื่อศึกษา ผลของอุณหภูมิแผ่นฐานขณะขึ้นรูปหยดโลหะของอินเดียมแกลเลียม ปริมาณอินเดียมแกลเลียมที่ใช้ในการขึ้นรูป หยดโลหะ และค่าสัดส่วนอินเดียมของอินเดียมแกลเลียมที่หยดลงไป ที่มีต่อโครงสร้างนาโนรูปวงแหวนของ อินเดียมแกลเลียมอาร์เซไนด์ พบว่าเมื่ออุณหภูมิแผ่นฐานขณะปลูกอินเดียมแกลเลียมสูงขึ้น จะทำให้ขนาดของ โครงสร้างอินเคียมแกลเลียมอาร์เซไนด์รูปวงแหวนมีขนาดใหญ่ขึ้น แต่ค่าความหนาแน่นของจำนวนโครงสร้างนา โนลคลง เนื่องจากระยะการแพร่ของอะตอม โลหะอินเดียมและแกลเลียมมีค่าเพิ่มขึ้น ส่งผลทำให้หยดของอินเดียม แกลเลียมแผ่งเยายไปในทิศทางสองมิติและหลอมรวมตัวกับหยดที่อยู่ใกล้เคียง ในทางเคียวกันการเพิ่มปริมาณ อินเคียมแกลเลียมที่ใช้ในการขึ้นรูปหยด โลหะทำให้ขนาดของ โครงสร้างอินเดียมแกลเลียมอาร์เซไนด์รูปวงแหวน มีขนาดใหญ่ขึ้นในกรณีที่อุณหภูมิแผ่นฐานขณะหยดต่ำ (150 องศาเซลเซียส) แต่ความหนาแน่นของโครงสร้างรูป อันเป็นผลมาจากการรวมตัวของหยดอินเดียม วงแหวนแปรเปลี่ยนไปมาเมื่อเพิ่มปริมาณอินเคียมแกลเลียม แกลเลียมขนาดเล็กจนกลายเป็นชั้นเรียบแทนที่จะเป็นหยดเดี่ยวๆ สำหรับกรณีที่อุณหภูมแผ่นฐานขณะหยดสูงขึ้น (210 องศาเซลเซียส) โครงสร้างนาโนรูปวงแหวนมีขนาดสูงขึ้นมีความหนาแน่นมากขึ้นแค่กลับมีขนาดเส้นผ่าน ศุนย์กลางลดลง อันเป็นผลมาจากความเครียด (compressive strain) ซึ่งสะสมภายในโครงสร้างนาโนรูปวงแหวนที่ ้ ใหญ่ขึ้นและเกิดการผ่อนคลายบางส่วน นอกจากนี้การแปรค่าสัดส่วนอินเดียมของอินเดียมแกลเลียมที่ใช้ในการ ขึ้นรูปหยดโลหะไปทำให้ความหนาแน่นและขนาดของโครงสร้างนาโนรูปวงแหวนเปลี่ยนไปอย่างชัดเจน ได้แก่ โครงสร้างรูปวงแหวนขนาดจิ๋วที่มีความหนาแน่นสูงเกิดจากหยดอินเดียมแกลเลียมที่มีปริมาณแกลเลียมมากกว่า ในขณะที่ โครงสร้างรูปวงแหวนขนาดปกติที่มีความหนาแน่นต่ำเกิดจากหยดอินเดียมแกลเลียมที่มี ปริบาณอิบเดียนบากกว่าแกลเลียน

สำหรับการวัดคุณสมบัติทางแสง โครงสร้างนาโนรูปวงแหวนของอินเคียมแกลเลียมอาร์เซไนด์ถูกปลูก ขึ้นอีกครั้งภายใต้เงื่อนไขที่เลือกและปลูกกลบด้วยชั้นของแกลเลียมอาร์เซไนด์หนา 100 นาโนเมตร ประกอบด้วย ชั้นแกลเลียมอาร์เซไนด์ที่ปลูกด้วยโดยวิธีไมเกรชัน-เอนฮานซ์อิพิแทกซี (migration-enhanced epitaxy) และชั้น แกลเลียมอาร์เซไนด์ที่ปลูกด้วยวิธีปกติ คุณสมบัติทางแสงของโครงสร้างรูปวงแหวนของอินเดียมแกลเลียมอาร์เซไนด์สังเกตได้จากการเปล่งแสงของตัวอย่างเมื่อได้รับการกระคุ้นจากแสง (photoluminescence spectra) ที่อุณหภูมิ 20-100 เคลวิน อย่างไรก็ตามค่าความเข้มของแสงที่ได้ยังมีค่าไม่มากนัก เนื่องจากความหนาแน่นของจำนวนโครงสร้างวงแหวนอินเดียมแกลเลียมอาร์เซไนด์ที่ต่ำ (~10° cm²) ทั้งนี้ ได้มีการแปรค่าตัวแปรในการวัดคุณสมบัติทางแสงอันประกอบไปด้วย ค่าความเข้มแสงที่ใช้ในการกระคุ้น อุณหภูมิในการวัด และโพลาไรเซชั่น พบว่าผลทางแสงที่ถูกโพลาไรซ์ของชิ้นงานตัวอย่างบ่งบอกถึงความไม่สมมาตรของโครงสร้างนาโนรูปวงแหวน

กาดวิชา	วิศวกรรมไฟฟ้า	. ลายมือชื่อนิสิต
	วิศวกรรมไฟฟ้า	ลายเรือชื่ออ ที่ปรึกบาวิทยาบิพบร์หลัก
สาขา <i>ภ</i> ชา	2553	ลายมือชื่ออ.ที่ปรึกษาวิทยานิพนธ์ร่วมไ
บการศกษา		ลายนื้อชื่ออ ที่ปรึกมาวิทยานิพบธ์ร่วม

## 5071864021 : MAJOR ELECTRICAL ENGINEERING **E46262**KEY WORD: InGaAs / GaAs / NANOSTRUCTURES / DROPLET / MOLECULAR
BEAM EPITAXY / QUANTUM RING

NARAPORN PANKAOW: THE FABRICATION OF InGaAs RING-LIKE NANOSTRUCTURES BY DROPLET MOLECULAR BEAM EPITAXY. THESIS ADVISOR: ASSOC. PROF. SOMCHAI RATANATHAMMAPHAN, D.Eng., THESIS CO-ADVISORS: PROF. SOMSAK PANYAKEOW, D.Eng., PROF. CHARLES W. TU, Ph.D., 66 pp.

InGaAs ring-shaped nanostructures, or quantum rings (QRs), have been fabricated by droplet epitaxy using solid-source molecular beam epitaxy (MBE). The droplet forming conditions have been varied by changing the growth parameters including substrate temperature (T<sub>s</sub>~120-300°C) during In<sub>0.5</sub>Ga<sub>0.5</sub> deposition, In<sub>0.5</sub>Ga<sub>0.5</sub> deposited amount (2-5ML), and In-mole-fraction (x~0.3-0.7) of InGa droplets. The morphology of the QRs was characterized by atomic force microscopy (AFM). The effects of each growth parameters on the InGaAs QRs are investigated. Increasing Ts results in the InGaAs QRs of a larger size but lower density due to 2-dimensional expansion and merging of InGa droplets. Furthermore, increasing In<sub>0.5</sub>Ga<sub>0.5</sub> amount deposited results in larger QRs at low T<sub>s</sub>. However, the QR density oscillates with increasing In<sub>0.5</sub>Ga<sub>0.5</sub> amount due to merging of small droplets into a full-layer. At higher T<sub>s</sub>, increasing In<sub>0.5</sub>Ga<sub>0.5</sub> amount results in the QRs of a higher height, higher density but smaller diameter due to the accumulating compressive strain inside larger QRs and the partial relaxation. Moreover, varying In-mole-fraction (x) of In<sub>x</sub>Ga<sub>1-x</sub> droplets lead to a variation of crystallized-QR size and density, i.e.; high density tinysize ORs from high-Ga-content droplets and low density large-size QRs from high-Incontent droplets. For photoluminescence (PL) measurement, another set of samples were grown under the droplet forming conditions of 2-5 ML In<sub>0.5</sub>Ga<sub>0.5</sub> deposition at 210°C, with an additional 100-nm GaAs capping layer grown by migration-enhanced epitaxy and conventional method. The optical properties of the InGaAs QRs were analyzed by PL spectra of the respective samples at 20-100 K. The PL intensity is relatively low due to low density of the QRs (~108 cm<sup>-2</sup>). The PL measuring parameters, including excitation intensity, measuring temperature and polarization have been varied. When increase the excitation intensity, the PL intensities increase without shifting, indicating the ground-state energy of the InGaAs QR systems. With increasing the measuring temperature, the PL intensities decrease without thermal broadening. It is also observed that the spectra of 3 ML sample are not shifted. However, the spectra of 4 ML sample are red-shifted, implying the existence of the strain field. Finally, the polarized PL spectra correspond to the elongation of the QRs, confirming the anisotropy of the QRs.

Department Electrical Engineering
Field of study .Electrical Engineering
Academic year2010

### Acknowledgements

The author would like to give special thanks to his family for endless and encouraging support throughout this work.

The author gratefully acknowledges all those who provided invaluable help and encouragement during the research at the Semiconductor Device Research Laboratory Department of Electrical Engineering, Faculty of Engineering, (SDRL), Chulalongkorn University, Bangkok, Thailand. In particular, the author would like to acknowledge Associate Professor Dr. Somchai Ratanathammaphan, Professor Dr. Somsak Panyakeow, and Professor Dr. Charles W. Tu who are the advisor and coadvisors. The author also would like to thank Lecturer Boonchuay Supmonchai, Assistant Professor Dr. Tara Cholapranee, and Associate Professor Dr. Twittie Senivongse for their advice on English grammar. Moreover, this research is financially supported by the Thailand Research Fund (TRF) through the Royal Golden Jubilee Ph.D. Program (Grant no. PHD/0011/2550) to Naraporn Pankaow and Somchai Ratanathammaphan. This research is also supported by Nanotechnology Center of Thailand (Nanotec), the Higher Education Research Promotion and National Research University Project of Thailand - Office of the Higher Education Commission (EN264A), Asian Office of Aerospace Research and Development (AOARD), and Chulalongkorn University. Finally, this thesis could not be completed without special helps of the SDRL researchers: Mr. Supachok Thainoi, Mr. Pronchai Changmaung, Mr. Poonyaseri Boonpeng, Mr. Ong-arj Tangmettajittakul, Dr. Wipakorn Jewasuwan, and colleagues.

## **CONTENTS**

		Page
Abstract (Thai	)	iv
Abstract (Engl	ish)	V
Acknowledger	ments	vi
Contents		vii
List of Figures		ix
List of Symbo	ls	xv
Chapter I	Introduction	1
1.1	Motivation	1
1.2	Objective	3
1.3	Overview	3
Chapter II	Rationale, Theory and Hypothesis	5
2.1	Quantum nanostructures	5
	2.1.1 Carrier confinement and energy level quantization	5
	2.1.2 Double potential well	9
	2.1.3 Ring-shaped nanostructures or quantum rings (QRs)	11
	2.1.4 Material considerations	12
2.2	Self-assembled growth	13
	2.2.1 Growth modes	13
	2.2.2 Droplet epitaxy	16
	2.2.3 Migration-Enhanced Epitaxy (MEE)	17
Chapter III	Experimental Details	19
3.1	Molecular Beam Epitaxy (MBE)	19
3.2	Reflection High Energy Electron Diffraction (RHEED)	21
	3.2.1 RHEED intensity oscillation	23
3.3	Atomic Force Microscopy (AFM)	24
3.4	Photoluminescence (PL) spectroscopy	26
3.5	Experimental Procedures	28

		Page
Chapter IV	Result and Discussion	32
4.1	Evolution of Surface Morphology	32
4.2	Surface Morphology	35
4.3	Effects of substrate temperature during In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> deposition: T <sub>s</sub> or	n
	InGaAs QRs	39
4.4	Effects of deposited In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> amount on InGaAs QRs	43
4.5	Effects of In-mole-fraction of deposited In <sub>x</sub> Ga <sub>1-x</sub> on InGaAs QRs	46
4.6	Photoluminescence (PL) measurement of InGaAs QRs	48
Chapter V	Conclusions	54
References		57
Appendix		63
Vitae		66

## LIST OF FIGURES

Figure	1	Page
2.1	Schematic comparison of bulk, waveguide, QD, and atom [32]	6
2.2	Schematic views and graphs of (a) bulk (3-D structure),	
	(b) quantum wells (2-D structure), (c) quantum wires	
	(1-D structure), and (d) QD (0-D structure) and their	
	density of states (D.O.S.) [33]. L is in macroscopic scale	
	(~cm), while $L_x$ , $L_y$ , $L_z$ , are in nanoscale.	. 6
2.3	The lowest three levels of carrier's energy quantization in	
	potential well with width of Lz (comparable to de Broglie	
	wavelength). The picture shows examples of the three	
	lowest-energy standing waves (solid line) which can	
	happen in a potential well and the corresponding carrier's	
	energy level of the de Broglie wavelength from the standing	
	wave (dotted line), i.e. E1, E2 and E3. The energy of each level	
	is given by $E_{n,z} = \hbar^2 (n\pi)^2 / 2m^* L_z^2$ , where <i>n</i> is an integer	
	numbers	. 8
2.4	Band profile of symmetric GaAs/Ga <sub>1-x</sub> Al <sub>x</sub> As	
	double potential well [39].	. 10
2.5	Confinement energies of the lowest two states	
	of a symmetric double potential well as a function	
	of the central barrier width [39].	. 10
2.6	Wave functions of the lowest two energy levels of	
	the symmetric double potential well with a central barrier	
	width of 40 Å [39].	. 11
2.7	The relationship between lattice constant and energy gap at room	
	temperature for the III-As material system. The solid line:	
	direct band gap material, and the dotted line: indirect	
	band gap material.	. 12

Figure		Page
2.8	Schematic representation of the 3 important growth modes of	
	a film for different coverage ( $\theta$ ) (a) Frank van der Merwe (FM);	
	(b) Stranski Krastanow (SK) and; (c) Volmer Weber (VM) [44].	14
2.9	Illustration of island formation during epitaxial growth of a	
	semiconductor material on the top of another semiconductor with	1
	a smaller lattice constant in Stranski-Krastanow mode.	15
2.10	Schematic representation of the local strain energy density in	
	and around the SK-growth mode QD. The energy barrier	
	has a maximum at the edge of the QD [47].	15
2.11	Simple interpretation of the energy level exhibited in the	
	QDs with different size. The representations in case of	
	(a) small QD show the higher energy level than that of	
	large QD (b) due to the carrier confinement properties.	16
2.12	The illustration of the nanostructure fabricated by droplet epitax	y. <sub></sub> 17
2.13	Shutter operation characteristic of migration-enhanced	
	epitaxy (MEE).	18
3.1	The conventional RIBER 32P MBE.	20
3.2	Schematic drawing of the modified III-V MBE	
	growth chamber. The chamber is cooled by liquid $N_2$	
	(the base pressure $< 1 \times 10^{-10}$ torr).	21
3.3	Schematic representation of RHEED system.	22
3.4	Schematic diagram of RHEED geometry of the	
	incident electron beam at an angle $\theta$ to	
	the surface plane [44].	23
3.5	Schematic representation of RHEED intensity oscillations	
	related to formation of the first two completed monolayer	
	of GaAs (001) [44].	24
3.6	Schematic drawing of Atomic Force Microscopy (Drawn	
	October 12, 2002 by Allen Timothy Chang).	25
3.7	The schematic representation of AFM measuring modes	
	including contact mode, non-contact mode and tapping mode	25

Figure	I	Page
3.8	Schematic of the PL experimental setup.	_ 26
3.9	A simple interpretation of the PL data from	
	a nanostructure; (a) higher PL peak energy position	
	from a small-size nanostructures and (b) lower PL peak	
	position from a large-size nanostructures.	_ 27
3.10	A comparative of the PL spectrum from a single	
	QD and QD array; (a) narrow PL spectrum due to	
	the delta-function like density of states of a QD.	
	(b) The PL peak energy position and the PL linewidth	
	interpreting the average size and the size distribution	
	of the QD array, respectively.	28
3.11	Streak RHEED pattern observed during the de-oxidation process.	
3.12	Schematic illustrations of the sample structures grown	
	in this work (a) after crystallization in As <sub>4</sub> , and (b) after	
	capping with a 100-nm GaAs capping layer. The details of	
	growth sequences and growth conditions for the InGaAs	
	nanostructures are given in the text.	30
4.1	The formation process model of InGaAs QRs and	
	RHEED patterns during the growth process. (a) RHEED	
	patterns of 300-nm-thick GaAs buffer layers before In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub>	
	deposition, (b) RHEED patterns of the droplets during 0-1 minute	
	after In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> deposition, (c) 1-7 minutes, (d) 7-11 minutes after	
	depositing 3ML In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> , and (e) Streaky and spotty RHEED	
	patterns after supplying As <sub>4</sub> flux of $6-7 \times 10^{-6}$ Torr for	
	5 minutes, indicating the formation of InGaAs QRs.	
	The incident orientation of electron beam is along the [011]	
	and [01-1] direction	33

Figure		Page
4.2	Scatterings of grazing electron beam on QD. Upper part:	
	the geometrical arrangement of scattering on several crystal	
	planes in QD. Transmission character dominates here.	
	Lower part: the QD RHEED pattern originated from the	
	product of the diffraction intensity from a crystal cluster	
	and from a pyramid [57].	34
4.3	Scatterings of grazing electron beam on QR. Upper part:	
	the geometrical arrangement of scattering on several	
	crystal planes in QR or on two-dimensional basis plane.	
	Either transmission or reflection character dominates	
	depending in the finite size. Lower part: the product	
	of transmission or reflection-like intensity and the scattering	
	from rotationalshaped nanostructure resulting in near	
	same RHEED pattern [57].	34
4.4	1000 x 1000 nm <sup>2</sup> surface morphology of InGaAs	
	ring-like nanostructures grown on GaAs under	
	different growth conditions, including T <sub>s</sub> 120-300°C	
	and In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> amount corresponding to layer thickness	
	2-5 ML	35
4.5	350 x 350 nm <sup>2</sup> AFM image and its cross-section along [011]	
	and [01-1] of an InGaAs QR grown at 210°C with 3 ML In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub>	
	deposited.	36
4.6	The formation mechanism model of InGaAs ring-shaped	
	nanostructures (QRs) from metallic InGa droplets.	
	(a) Formation of liquid-phase metallic InGa droplets	
	from coalescence of deposited In and Ga atoms.	
	(b) Drilling effect of droplets and partial crystallization.	
	(c) The crystallization into InGaAs QRs under As4 flux	
	(QR diameter ~ droplet diameter).	38
4.7	The dependence on substrate temperature (T <sub>s</sub> ) of	
	InGaAs QR average size (diameter, outer height and	
	inner height) and density	30

Figure		Page
4.8	An illustration of different merging renges of neighbouring	
	metallic InGa adatoms at different substrate temperatures,	
	showing larger size but low density droplets at high T <sub>s</sub> .	40
4.9	A schematic drawing of 2-dimentional expansion of QRs	
	at different substrate temperature 150-210°C, showing Wider	
	expansion at higher T <sub>s</sub> .	41
4.10	Dependence of InGaAs QR diameter, the outer height,	
	and the inner depth on substrate temperature (T <sub>s</sub> ) during	
	In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> deposition. The distributions of (a) outer diameter,	
	(b) outer height and (c) inner depth of InGaAs rings for each T <sub>s</sub> :	
	210°C, 240°C, 270°C and 300°C (data of 50 rings were	
	collected for each condition). The In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> amount is	
	3 ML with a constant deposition rate of 1 ML/s	42
4.11	The dependence on deposited In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> amount of	
	InGaAs QR size and density.	43
4.12	A schematic model of the reduction of	
	QR density with increasing InGa amount, for $T_s = 150$ °C.	
	The details are given in the text.	45
4.13	A schematic model of the saturation of	
	QR density for $T_s = 210^{\circ}$ C, including the drawing of	
	corresponding crystallized QR to briefly describe	
	diameter decreasing from the vertical-relaxation	
	of the accumulating strain. The details of each step are	
	given in the text.	45
4.14	500 x 500 nm <sup>2</sup> AFM images and their corresponding	
	cross-section along [011] and [01-1] of InGaAs QRs	
	grown at 210°C with 2-5 ML In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub> deposited.	46
4.15	$500 \times 500 \text{ nm}^2 \text{ AFM images of the samples grown}$	
	under the conditions of 3 ML $In_xGa_{1-x}$ deposited (0.3 $\le x \le 0.7$ )	
	at $T_s = 150^{\circ}$ C, including the corresponding QR diameter	
	distributions for each condition	47

Figure		Page
4.16	The dependence of the density of the tiny-size, large-size	
	InGaAs QRs and overall (including both tiny-size and	
	Large-size QRs) on Indium-mole-fraction (x). Deposited	
	$In_xGa_{1-x}$ amount is 3 ML with $T_s = 150^{\circ}C$ .	48
4.17	The PL spectra of the capped InGaAs QRs grown under	
	the conditions of $T_s = 210^{\circ}$ C with 3 ML and 4 ML In <sub>0.5</sub> Ga <sub>0.5</sub>	
	droplets measured at reference PL measuring condition	
	(laser power = 40 mW, measured at 20 K).	49
4.18	The PL spectra at 20 K with 20-80 mW excitation power	
	of the capped InGaAs QRs grown under the conditions	
	of $T_s = 210^{\circ}$ C with 3 ML and 4 ML $In_{0.5}Ga_{0.5}$ droplets.	50
4.19	The PL spectra at 20-100 K of the capped InGaAs QRs	
	grown under the conditions of $T_s = 210^{\circ}$ C with 3 ML	
	and 4 ML $In_{0.5}Ga_{0.5}$ droplets (excitation power = 40 mW).	51
4.20	3-D AFM image of a QR with illustration representing	
	coupled-like QD corresponding with the anisotropic-lateral	
	of the QR. QD diameter is approximate to QR-lateral width	
	(30-40 nm) and distance between the adjacent QDs is	
	~ 40-50 nm at the center and < 10 nm at the ends.	52
4.21	The PL spectra at various polarization angles: 0°~[01-1],	
	90°~[011] of the capped InGaAs QRs grown under	
	the conditions of 210°C substrate with 3 ML	
	and 4 ML $In_{0.5}Ga_{0.5}$ droplets (measuring temperature = 20 K	
	with laser power = 40 mW).	53

#### LIST OF SYMBOLS

 $\nabla^2$ Laplacian operator

fitting parameter α

**AFM** atomic force microscopy

aluminium Al

aluminium arsenide AlAs

AlP aluminium phosphide

As arsenic

**BEP** beam equivalent pressure

δ delta function

Δ total spectrum broadening from all excited quantum dot

change of surface free energy  $\Delta \gamma$  $D_{\text{OD}}(E)$ quantum dot density of state

D.O.S. density of state

lattice mismatch 03

 $\boldsymbol{E}$ carrier energy

or total energy per unit cell

 $E_{g}$ band gap energy

quantized energy in x-direction  $E_{n,x}$ 

 $E_{n, \nu}$ quantized energy in y-direction

 $E_{n,z}$ 

Ffree energy

envelope wave function  $F(\mathbf{r})$ 

Frank van der Merwe **FM** 

**FWHM** full width at half maximum

surface free energy of the grown film/vacuum interface  $\gamma_F$ 

quantized energy in z-direction

interface energy between grown film and substrate YF/S

surface free energy of the substrate/vacuum interface YS

gsat maximum optical gain

Ga gallium

GaAs gallium arsenide

GaP gallium phosphide h Planck's constant

h reduced Planck's constant

 $I(\Phi)$  persistent current of a quantum ring

I(T) activation energy of potential wells

In indium

InAs indium arsenide

InGaAs indium gallium arsenide

InGaP indium gallium phosphide

InP indium phosphide

k Boltzmann's constant

*k*<sub>B</sub> Boltzmann's constant

 $\lambda_{\text{de Broglie}} \hspace{1.5cm} \text{de Broglie wavelength}$ 

 $l_{C-OD}$  distance between two adjacent coupled quantum dots

 $l_b$  center barrier width

 $l_w$  potential well width

L macroscopic length scale

 $L_{x}$  nanometer length scale in x direction

L<sub>y</sub> nanometer length scale in y direction

 $L_z$  nanometer length scale in z direction

*m*\* effective mass

MBE molecular beam epitaxy

ML monolayer

Mo molybdenum

*n* quantum number in *z*-direction (integer)

N<sub>2</sub> nitrogen

 $N_D$  volume density of quantum dot

N<sub>e</sub> number of state per unit surface

p carrier momentum

PBN pyrolytic boron nitride

PL photoluminescence

QD quantum dot

QDM quantum dot molecule

QR quantum ring

RHEED reflection high-electron energy diffraction

Si silicon

SiGe silicon germanium

SK Stranski Krastanow

T temperature

or PL measuring temperature

T<sub>s</sub> temperature during In<sub>0.5</sub>Ga<sub>0.5</sub> deposition

UHV ultra high vacuum

 $V(\mathbf{r})$  confinement potential function

VM Volmer Weber

WL wetting layer

Φ magnetic flux piercing a ring

 $\theta$  angle

or coverage