國立交通大學

電子工程學系電子研究所

碩士論文

半導體量子點雷射之研究

Studies of Semiconductor Quantum Dot lasers



研 究 生:楊仁盛

指導教授:李建平 教授

中華民國九十四年六月

半導體量子點雷射之研究 Studies of Semiconductor Quantum Dot lasers

研 究 生:楊仁盛	Student : Jen-Sheng Yang
指導教授:李建平 博士	Advisor : Dr. Chien-Ping Lee



Submitted to Department of Electronics Engineering College of Electrical Engineering and Computer Science National Chiao Tung University in partial Fulfillment of the Requirements for the Degree of

Master

in

Electronics Engineering June 2005

Hsinchu, Taiwan, Republic of China

中華民國九十四年六月

半導體量子點雷射之研究

學生:楊仁盛

指導教授:李建平 博士

國立交通大學

電子工程學系 電子研究所碩士班

摘要

本實驗以InAs/GaAs材料做成自聚性的量子點,形成量子點雷射的主動層。在雷 射製程方面我們利用氧化的方式,將高Al含量的上覆蓋層(cladding layer)氧化, 形成脊狀結構(ridge structure)雷射,其同時具有電流侷限與光侷限的功能,而 在製程上其自我對準的特性(self-align),具有簡化製程步驟的優點。

實驗中,我們對不同的雷射樣品做量測,均觀察到基態(ground state, GS)與激發態(excited state, ES)同時雷射的現象,並且觀察到基態與激發態的臨界電流比值 I_{th}^{ES}/I_{th}^{GS} 對共振腔長度(cavity length)與溫度的相依性,另外我們也估算得樣品 lm4354 與lm4378 的intrinsic relaxation time 分別為 τ_0 ~40ps 與4ps ,其中 lm4354 雷射樣品具有極低的透明電流密度Jtr~6A/cm²(per layer),追平目前已知文 獻上所記載的紀錄^[1]。

另外我們也觀察到 ES 波峰先出現,電流持續增加,GS 波峰隨後才出現的情形, 這與一般觀察到的波峰出現順序有所不同,我們也針對此現象作定性的解釋。

Studies of Semiconductor Quantum Dot lasers

Student: Ren -Sheng Yang

Advisor: Dr. Chien-Ping Lee

Department of Electronics Engineering and Institute of Electronics National Chiao Tung University

Abstract

The laser structures under investigation are grown by molecular beam epitaxy(MBE) in a separate confinement heterostructure (SCH) geometry with the active region based on three layers of self-assembled InAs quantum dots. For laser diodes, the stripes are used to mask etching of shallow mesas and expose the top surface of the Al_{0.8}Ga_{0.2}As upper confining layer for thermal oxidation. The thermal oxidation of Al_xGa_{1-x}As layers with high Al content in water vapor forms a stable oxide which is suitable for current and optical confinement in laser structures .

We also demonstrate simultaneous lasing at two well-separated wavelength in self-assembled InAs quantum-dot lasers, via the ground-state(GS) and excited-state (ES) transitions. The effect strongly depends on the cavity length and temperature . The intrinsic relaxation time of samples 1m4354 and 1m4378 are 40ps and 4ps , respectively. Lm4354 lasers show very low transparency current densities of 6 A/cm² per dot layer , and it is almost the best record presently .

Finally, we discuss the phenomena in which ES and GS peak appears . This is very different with the generous cases that GS peak appears first. We explain this behavior qualitatively .

致謝

時光回遡到兩年前,張至揚學長引領我去面見老師,當時的我因為生性膽怯 並沒有太多的提問,不過老師以爽朗的笑容和風趣的談話讓我為感覺到老師果然 具有一代宗師的風範。時光轉眼流逝,兩年已經過去,這些日子以來,老師不只 拓展我在知識上的視野,更讓我明白要成為好的研究者所應該具備的熱情及做事 態度。論文的完成,我最感謝老師的身教以及言教。

感謝王興燁學長長試片給我,並且與我討論雷射方面的問題,帶我一起解決 多項難題。學長對研究的衝勁與幹勁諸多受到學弟的景仰。

感謝李秉奇與林志昌學長時常與我們討論研究上所遇到的問題,並且對學弟 們的生活與感情也上多有關心和照顧,也祝福你們早日覓得良緣;感謝林國瑞學 長給予學弟多方面的指導與幫助,並且幫助我克服許多研究上的瓶頸;感謝 MBE 超強團隊、李秉其、林志昌、王興燁、羅明成、淩鴻緒、林大均、對我們實驗室 付出的心血與努力,使我們實驗室日漸蓬勃壯大、欣欣向榮。

卡緒、大雄、阿福,我們是同梯的的伙伴,在這兩年裡面,我們每個人都非 常努力,並且相互幫助與扶持,終於等到開花結果的一天。在人生的這個階段, 我們相互鼓勵,也希望在未來能互相提攜。感謝宗樺學弟,願意分擔我的工作, 幫助我順利完成論文。感謝清揚學弟熱情的與我討論,助我良多。

依玲, 感謝你在我落寞或是失意的時候逗我開心, 有了妳的支持, 相信在未 來我會走的更穩健踏實。

感謝我的父母與家人,你們的支持讓我無後顧之憂,有了你們的支持我的所 作所為才具有意義。

v

 目	錄
 \square	シント

第一章
第二章 基本概念03
2.1 雷射特性03
2.2 量子點與量子點雷射的基本特性
2.3 速率方程式(rate equations)
2.4 III-V 族半導體的氧化成長
第三章 半導體雷射製程與量測14
3.1 雷射之磊晶結構
3.2 量子點雷射二極體製程14
3.3 雷射特性量測系統17
第四章 量測結果與討論
4.1 lm4378 寬面積雷射資料與參數······24
4.2 lm4354 寬面積雷射資料與參數
4.3 氧化製程脊狀結構雷射
4.4 激發態波峰先出現,接著基態波峰才出現
第五章 結論
參考資料

圖目錄

圖 1-1 量子結構雷射起始電流的發展。

- 圖 2-1(a)各種量子侷限結構之能態密度函數。 (b)理想情況下之量子點電子濃度分佈。 (c)考慮 inhomogeneous broaden 下的電子濃度分佈。
- 圖 2-2 增益隨電流變化之關係圖。
- 圖 2-3 (a)Jth=GS component + ES component, (b)作Jth對 q做圖利用eqn(2a)做擬合。
- 圖 2-4 η_D⁻¹對L做圖,利用方程式 2.7(a)(b)做擬合。
- 圖 3-1 1m4354 能帶結構圖。
- 圖 3-2 1m4378 能帶結構圖。
- 圖 3-3 氧化之脊狀雷射結構 SEM 圖。
- 圖 3-4 氧化之脊狀雷射結構示意圖。
- 圖 3-5 脊狀結構製程流。
- 圖 3-6 氧化製程的爐管配製圖。
- 圖 3-7 氧化速率量测。
- 圖 3-8 氧化 SEM 圖。
- 圖 3-9 LI 曲線量測系統圖。
- 圖 3-10 (a) 雷射輸出光譜量測系統圖。 (b) I-V 曲線量測系統圖。
- 圖 4-1(a)1m4378 LI-curve, W=20um, L=1.4mm。

(b)1m4378 之頻譜量測,對應 4-1(a)的 LI-curve。

圖 4-2 所示為 1m4378 的 LI-curve。

L=(a)1.1mm(b)1.2mm(c)1.3mm(d)1.4mm(e)1.5mm。針對不同的L,做變溫量測。

圖 4-3 定性解釋 Ith^{SS}/ Ith^{GS}比值隨共振腔長度增加而增加。

圖 4-4(a) 對 η_{D}^{-1} -L圖,作線性分析。

圖 4-4(b) 利用方程式 2.7(a) 對 η ⁻¹-L圖做擬合。

圖 4-4(c),利用方程式 2.6(a)對 Jth-q 圖做擬和 。

圖 4-5, 1m4354 LI-curve(a)L=1.7mm,

圖 4-5,1m4354 LI-curve(b)L=2.0mm,

圖 4-5(c)L=2.0mm,

圖 4-5(d)L=3.0mm。J_{th}<10A/cm²

圖 4-6 所示為 1m4354 的 LI-curve。 L = (a)1.7mm, (b)2.0mm, (c)2.5mm, (d)3.0mm, (e)3.5mm。針對不同的 L, 做 變溫量測。

圖 4-7(a)4354 頻譜,L=1.7mm,W=20um,T=20℃。

圖 4-7(b)4354 頻譜, I=200mA->340mA

圖 4-8(a)1m4354, 對 η_D⁻¹-L圖,作線性分析。

圖 4-8(b) 利用方程式 2.7(a) 對 η_D⁻¹-L圖做擬合。

圖 4-9,利用方程式 2.6(a)對 Jth-q 圖做擬合。

圖 4-10(a)氧化結構雷射截面圖,L=2.5mm,W=17um

圖 4-10(b)氧化結構雷射截面圖,L=2.5mm,W=7um

圖 4-11,對應圖 4-10 的 LI-curve,並且附上對應的發光波長。

圖 4-12, L=5.0mm, W=7.5um, 雷射維持在 GS-lasing。

圖 4-13(a),4378 脊狀結構 雷射頻 譜,圖上分別為 20℃與 25℃ 的量 測。

圖 4-13(b)電流在 104mA~190mA 區間,兩個波峰均維持穩定的存在。

圖 4-13(c)電流持續增加直到最後基態波峰逐漸消失。

圖 4-14,在電流增加的情況下,總損耗下降,於是在 ES-lasing 發 生後,有機會讓 GS-lasing 接著發生。

圖 4-15 該元件 SEM 影像。

圖 4-16 (a) 溫度降到 12℃與 16℃,重新量測該元件之雷射頻譜。

圖 4-16(b),承上圖電流加到 97~153mA

圖 4-16(c),基態波峰在高電流下逐漸消失。

圖 4-17,在溫度由 20℃降到 16℃的情況下,fcs值增加,因此有較高的Gcs值,於是在低溫的情況下Gcs大於總損耗,因此轉為GS 先雷射。

第一章 簡介

量子點雷射是量子點結構中最重要的應用之一,量子點雷射原本稱作量子箱 (quantum-box laser)雷射,是由Arakawa和Sakaki在1982年時首次做出,在量子 點中,電子和點洞的三個維度都被侷限(confinement),這使我們相信可以有效 的改進半導體雷射的特性。

以量子點當作主動層的半導體雷射,稱為量子點雷射,由於是三維方向都被 侷限的情況,理論上會有分離(discrete)的能態密度(density of state),高的 差動增益(differential gain)。量子點雷射相較於量子井元件有以下的優點: (1)低透明電流密度(low transparency current density)與低起始電流密度 (low threshold current density)^[2], (2)高特徵溫度(characteristic temperature)^{[3][4]},(3)窄的光譜,和 (4)大調變頻寬(modulation bandwidth)。, 綜合以上優點,可預期量子點雷射在未來會有很好的產品發展。

本實驗我們以InAs/GaAs材料拿來做成自聚性的量子點,主要是因為這種量 子點所發出來的波長可以在1.3µm附近,對於玻璃光纖來說,會有最小的色散 (dispersion),應用在光纖通訊的領域中,應該會有很好的發展潛力。

在雷射製程方面我們利用氧化的方式,將高Al含量的上覆蓋層(cladding layer)氧化,形成脊狀結構(ridge structure)雷射,其同時具有電流侷限與光 侷限的功能,而在製程上其自我對準的特性(self-align),具有簡化製程步驟的 優點。

實驗中,我們對不同的雷射樣品做量測,均觀察到基態(ground state,GS) 與激發態(excited state,ES)同時雷射的現象,並且觀察到基態與激發態的臨 界電流比值 I_{th}^{ES}/I_{th}^{GS} 對共振腔長度(cavity length)與溫度的相依性,另外我們也 估算得樣品Im4318 與Im4354 的intrinsic relaxation time 分別為 τ_0 ~4ps 與 40ps ,其中1m4354 雷射樣品具有極低的透明電流密度Jtr~6A/cm²(per layer), 追平目前已知文獻上所記載的紀錄^[1]。如圖 1-1 所示為量子結構雷射起使電流的 發展,在本實驗中(2005 年)已達到起使電流密度小於 10A/cm²。

另外我們也觀察到激態波峰先出現,電流持續增加,基態波峰隨後才出現 的情形,這與一般觀察到的波峰出現的順序有所不同,我們也針對此現象作定性 的解釋。



圖 1-1 量子結構雷射起始電流的發展。

基本概念

2.1 雷射特性

我們可以經由量測 LI 曲線萃取其參數來辨別雷射的好壞,首先 我們對這些特性及參數做一些介紹。

起始電流密度 (Threshold Current Density)

雷射形成的首要條件,是要外加電壓使準費米能階 (Quasi-Fermi Level)分開到大於可被激發的光子能量[(EFC-EFV) > h ν],使受激輻射率大於吸收率而產生增益(Gain,G),當增益能夠克 服總損耗(total loss)時,即達到雷射的共振條件。其發光的機制, 由自發性的發光(spontaneous emission),轉變成為激發性發光 (stimulated emission)為主時,外加電場對雷射所產生的電流Ith, 就稱之為起始電流(Threshold Current),而起始電流密度則定義為 $J_{th} = \frac{I_{th}}{WL}$

其中 W 為雷射條紋的寬度, L 則是雷射共振腔的長度。

差額量子效率(Differential Quantum Efficiency)

當少數載子注入活性層後,會與多數載子經輻射性復合 (Radiative Recombination)產生光子,或經非輻射性復合(Non radiative Recombination)造成損失,載子在活性層內產生出光子的 比例,稱做是內在量子效率,η(internal quantum efficiency), 又所產生的光子經持續放大,達到共振條件,形成雷射,此一外加的 差額能量所產生的光子,一部份抵銷內部損耗,一部份在鏡面中穿透 形成雷射光輸出,所以我們可以將雷射輸出的功率表示為

$$P_{out} = \frac{1}{2} \bullet h \nu \bullet \frac{\Delta P_{ext}}{\Delta P_{ext} + \Delta P_{int}} \bullet \eta_i \bullet \frac{(I - I_{th} - \Delta I_L)}{q}$$

其中h是普郎克常數,△IL為漏電流,是隨I上升的增加項,另因半導 體雷射兩面均能輻射光,故乘以(1/2)。

接下來我們定義差額量子效率,或稱做是外在量子效率 (external quantum efficiency):



從上式可以得到,在我們量得的L-I曲線,大於起始電流後的曲線斜率,只和差額量子效率,相差了一個常數項,因此我們可以直接 藉由測量L-I特性曲線,來觀察雷射的這項特性。並從 η_p 對 1/L的作 圖 可求 $\alpha_i 與 \eta_i$ 。 α_i 是 光行 進中 在 雷射 內部 的 損失 (internal loss),包括了自由電子吸收 (Free-carrier absorption),介面及不 規 則 結 晶 層 (Nonplanar Heterstructure Interface and Imperfection in the Dielectric Layers)所造成的散射 (Scattering)。

2.2 量子點與量子點雷射的基本特性

目前量子點的結構多採用 SK(Stranki-Krastanov)模式自聚性 (self-assembled)量子點成長, 這種成長是發生在界面能低,但晶 格常數有很高的不匹配(lattice mismatch)的兩材料間,通常兩種材 料間的晶格不匹配會使磊晶受到張力,但因為有較低的界面能,剛開 始會以層狀結構方式長晶,若磊晶厚度高於張力所能承受的臨界厚 度,薄膜會破裂而產生缺陷,SK 模式自聚性量子點成長,其特點就 是在薄膜破裂前,島狀物剛形成時,即停止成長磊晶,這樣可得到無 缺陷的量子點,因此會有較佳的光電特性,目前常見的自聚性量子點 有第四族的緒(Ge)成長於矽(Si),三五族的砷化銦(InAs)成長於砷化 鎵(GaAs)及二六族的硒化鎘(CdSe)成長於硒化鋅(ZnSe)等。

量子點是將電子侷限在零維空間內,其最大的好處在於其能階成 不連續分佈,和電子及電洞的波涵數重疊在一起,能階不連續使其能 態密度(density of state)成 delta function 分佈,在固定的能態 時,有最大的效率。但實際在長量子點時,量子點的大小是不均匀的, 所以做出的元件並不像理論值一般完美。而量子點所發出的光譜,主 要由量子點的大小和形狀來控制。就大小尺寸來說,量子點的高度主 要決定了基態發光的波長,橫向的尺寸主要決定基態及激發態之間的 能量差,所以控制 strained layer 磊晶條件,就可以控制基態和激 發態之間的能量差。

本實驗是用分子束磊晶(MBE)的方法,長成 InAs/GaAs 自聚性量子點,波長介於 0.98 到 1.8um 之間,在應用上可以製作光纖通訊所

5

量子點能階呈不連續分佈,其能態密度成 delta function 分佈, 如圖 2-1(a)所示, 這可以讓量子點雷射有很低的起使電流及很高的 特性溫度。而圖 2-1(b)所示,

$$n(E) = g(E)f(E)$$

電子濃度分佈主要由其能態密度函數與Fermi-Dirac distribution 所決定,在基態與激發態能階上均有電子濃度分佈。而電子濃度分佈 則對應到我們所關心的增益函數(gain function)分佈。在實際的情 況下,自聚性模式所長出來的量子點大小與形狀並不會完全一致,有 一定程度的不均勻性,如圖圖2-1(c)所示,其造成能態密度函數在能 量軸上具有一定程度的分佈範圍,(一般inhomogeneous line-width 約30~50meV),對應地,基態與激發態具有各自的增益波峰,其大小 與分佈除了與能態密度函數有關之外,也和溫度與偏壓大小有關。

量子點雷射基態所供應的能階位置(sites)有限,因此其增益會 達到飽和,

$$G_{GS}=G_{GS}^{sat}(2f_{GS}-1)^{[5]}$$

GGS代表基態增益, GGS^{sat}為基態飽和增益, fGS是基態的能階位置填充率(the occupancy of the QD ground state),其中GGS^{sat}與量子點的密度有直接的關係,一般的量子點密度落於 $10^{10} \sim 10^{11}$ 之間,其對應的基態飽和增益值則約為 $4 \sim 5$ cm⁻¹,而本實驗的所使用的雷射均為三層的量子點結構,對應的GGS^{sat}值約落在 $12 \sim 15$ cm⁻¹。當 fGS值等於 1 時,GGS=GGS^{sat},但

一般的情況下f6s值會小於1,其最大可達的填充率f6s^{max}與溫度有關。如圖2-2 所示,在基態增益達飽和的情況下,即使持續增加電流,益無法使之克服總損耗, 因此對較短的共振腔來說,只有激發態增益能在較高電流的情況下能夠克服總損 耗達到雷射共振條件。

2.3 速率方程式(rate equations)

我們試圖去估算intrinsic relaxation time,以下我們參考Zhukov等人在^[5] 中所提出的 Rate equations:



其中

 $J\colon$ injection current density

Nes : the carrier density on ES level

NGS: the carrier density on GS level

au ES : the recombination lifetime on ES

au cs : the recombination lifetime on GS

au: the relaxation time

 $\tau\,e$: the thermoionic emission time from GS

Ges: the modal gain for the GS lasing

 $\pmb{\varepsilon}$: the nonlinear gain coefficient

A: the area of active region

S: the number of photon in the cavity

 au_{ph} : the photon lifetime in the cavity

配合下列之假設:

Gcs=Gcs^{sat}(2fcs-1) (2.2) 其中基態增益 , Gcs為fcs的函數,當fcs=0.5時,Gcs為零,當fcs=1時,Gcs=Gcs^{sat}。 Ncs=2nqofcs (2.3)

NGS益為fGS的函數,其中nqn是量子點的密度,乘2代表每各量子點的 GS 能階可 填兩個電子。

$$(\tau)^{-1} = (1 - fcs)(\tau_0)^{-1}$$
 (2.4)

其中 τ 稱為relaxation time, fGs是 the occupancy of the QD ground state, τ 0稱為intrinsic relaxation time, 當 fGs等於零, $\tau = \tau$ 0。

由 rate equation(2.1c)可得

 $(\tau \, \mathrm{ph})^{-1} = (\mathrm{c/nr}) \, \alpha$ (2.5)

其中 $\alpha = \alpha i + \alpha m$ 稱為總損耗(total loss)。

考慮steady state的情況,配合上述的假設,可推導出GS的臨界電流密度 J_{th}^{GS}

$$J_{th}GS = J_0(1+q) + J_1(1+q)/(1-q)$$
 (2.6a)

其中
$$J_{0}=$$
 (enOD)/ τ GS (2.6b)

$$J_{1} = J_{0}(2 \tau_{0} / \tau ES)(1 + \tau GS / \tau e) \quad (2.6c)$$

$$q = \alpha / G_{GS}^{Sat}$$
 (2.6d)

q 稱為 the normalized optical loss

當 q=0, JthGS =J0 + J1 =Jtr(transparency current),因此,由實驗數 據作JthGS對 q做圖利用eqn(2a)做擬合,可得到雷射參數Jtr、τe(若τ0 、 τ ES、τGS已知,一般情況可假設τES、τGS~lns),如圖 2-3(a)(b)所示 考慮基態雷射所發出的光,由ηD=(2e/hv)(dPout/dI)可得到 ηD = ηi(q) (1-qin/q)

(2.7a)

其中
$$\eta i(q) = [1+(2\tau_0/\tau ES)/(1-q)]^{-1}$$
 (2.7b)

其中internal quantum efficiency、ηi是loss q的函數。 當我們設定 τ ES = lns ,則τ0 是唯一需要擬合估算的參數 。如圖 2-4 所示。

2.4 III-V 半導體的氧化成長

在雷射製程方面我們利用氧化的方式,將高A1含量的上覆蓋層(cladding layer)氧化,形成脊狀結構(ridge structure)雷射,其同時具有電流侷限與光侷限的功能,而在製程上其自我對準的特性(self-align),具有簡化製程步驟的優點。^{[6]-[9]}

氧化速率與Al的含量有關,隨著Al含量增加,氧化速率也會指數式的增加, 因此可利用調變Al含量,做選擇性的氧化(oxidation selectivity)。此外亦有 研究指出氧化速率與異質結構介面(heterointerface structure)造成的應力 (stress)有關。^{[10][11]}

由本實驗的量測結果所示氧化速率為線性成長定律(linear growth law), 在許多參考資料中均有討論氧化速率的動態機制,真對在不同的條件下,氧化速 率可能遵循線性成長定律或拋物線成長定律(parabolic growth law),在相對低 溫氧化時間不長的情況下,氧化速率主要受限於反應速率(reaction rate),此 時遵循線性成長定律,然而,在時間較長或是相對高溫之下,通過氧化層的擴散 速率則成為主宰的機制,此時遵循拋物線成長定律。^[12]

在本實驗中利用了AlGaAs中AlAs成分和水氣做氧化反應	,氧化的反應式及其自由
能(free energy)如下:[13]	
初反應式	自由能[kJ/mole]
$2AlAs + 3H_2O = Al_2O_3 + 2As + 3H_2$	
$2AlAs + 4H_2O = 2AlO(OH) + 2AsH_3$	
$2AsH_{3} = 2As + 3H_{2}$	153
$2A_{sH_{3}} + 3H_{2}O = As_{2}O_{3} + 6H_{2}$	
$As_2O_3 + 3H_2 = 2As + 3H_2O_{1}$	131
最終反應式	自由能[kJ/mole]
$2AlAs + 3H_2O = Al_2O_3 + 2As + 3H_2$	604



2-1(b)理想情況下之量子點電子濃度分佈。(c)考慮 圖 inhomogeneous broaden 下的電子濃度分佈。

n(E)

Energy

f(E)







圖 2-3(b),作Jth對 q做圖利用 eqn(2a)做擬合。(原圖來自参 考資料 5)



圖 2-4 , η_D⁻¹對L做圖,利用方程式 2.7(a)(b)做擬合。 (原圖來自參考資料 5)



第三章

半導體雷射製程與量測

3.1 雷射之磊晶結構

晶片的成長是使用分子束磊晶法(Molecular beam epitaxy; MBE),磊 晶結構如圖 3-1、3-2 所示,試片編號分別為LM4378 與LM4354。LM4354 主動層結 構為三層的量子點,每層的量子點密度約在 2×10¹⁰左右,整體結構包含了兩個 AlGaAs覆蓋層(Cladding layer)以及一個夾在GaAs隔離層(Spacer layer)中的主 動層。而高Al含量的覆蓋層,是為了提高氧化速率,Al的含量與氧化速率的關係 呈指數式成長。試片LM4378 的主動層為dot-in-well結構。^[14]

3.2 量子點雷射二極體製程

本實驗分為兩種製程方式:一、寬面積(broad area) 雷射二 極體的製程,是沿用實驗室學長所傳下來的步驟,本實驗中所提及的 寬面積雷射,共振腔寬度均為 20um;二、脊狀波導(Ridge-waveguide) 結構,同時具有 index guiding 以及限制電流發散的功能。在此我 們成功的利用氧化的製程方式,來製作脊狀結構的雷射二極體,如圖 3-3 與圖 3-4 所示。主要是利用高 A1 含量的上覆蓋層(upper cladding layer) 在氧化之後,形成自然的絕緣阻擋層,其具有自發性對齊 (self-align)與良好的光波導侷限等優點

圖 3-5 為製程流程圖, 製程說明如下,

最初清潔

由於我們所使用的晶片,是由 MBE 所長的晶片,非常的乾淨,並

不需要繁雜的潔淨步驟,初步的潔淨步驟將晶片先泡在丙酮(ACE) 中,再用去離子水(D.I. Water)沖洗,氮氣槍吹乾。

微影製程

首先去水烘烤,去除晶片上水氣。接著旋轉覆蓋上光阻,軟烤。 曝完光後,使用的顯影液為AZ6112,之後用去離子水定影。

蝕刻

在雷射條紋做出後,我們將未覆蓋光阻的地方蝕刻約10秒到20秒, 目的在於蝕刻掉表面的歐姆接觸層(p+ contact layer)使得高 A1 含 量的上覆蓋層能夠裸露出來以便下一步的氧化製程進行。我們用的蝕 刻溶液是硫酸水溶液。在蝕刻完成之後,應該立即做氧化製程,確保 表面潔淨且沒有原生氧化層形成。

氧化

爐管設置如圖 3-6 所示,首先將爐管升溫至 480℃,在升溫的過程中, 通入氮氣目的在於潔淨爐管內部環境。為了避免水蒸氣在傳輸的過程 中凝結,我們必須在管路上纏上加熱帶,爐管兩側的加熱帶溫度以不 超過 200℃為原則,水瓶(bubble)出口處的加熱帶以不超過 150℃為 原則,避免因溫度過高而融掉導氣管。而水溫則控制在 92℃(以不超 過 95℃為原則,以免水達到沸騰,而衝爆瓶塞。) 在溫度條件達到 穩定時,關閉氮氣,開始引入水蒸氣 (流速控制在 1.51/min),由參 考資料[10]可知只要氮氣流速超過 60 升/hr,氧化速率及與氮氣流速 無關。接著緩慢的將 sample 送入爐管。我們已經測試出在 A1 含量 0.8,溫度達 480℃的情況下,氧化速率約為 0.12nm/min,如圖 3-7 所示。由於在上覆蓋層之後,是 Al 含量較低的漸變層,其氧化速率 驟減,可以當作氧化製程的停止層(stop layer)。氧化完成後將晶片 放置在爐管中等待其自然降至室溫。

第二道微影製程

使用的光阻劑為 5214E,將來 Lift off 用。

鍍上 P 型金屬

在鍍上P型金屬前,必須先做UV-03,目的在於氧化殘餘光阻,接著將 晶片浸泡於鹽酸溶液,其目的是在去除歐姆接觸層上的自然氧化層 (native oxide)並且帶走氧化後的殘餘光阻。

我們是使用電子蒸鍍(E-gun)系統來鍍金屬,P型金屬的結構依 序為Ti/Pt/Au,蒸鍍溫度不可太高(大於 55°C),影響到光阻的特性, 可能造成掀起的失敗。 **掀光阻(Lift off)**

接下來將晶片泡在丙酮溶液中,輕輕搖晃,即可得到金屬條紋。 磨薄與鍍 n 型金屬

鍍完 P 型金屬後,接著要將晶片的背面磨薄,一方面可以降低 雷射二極體的串聯電阻,但最主要的目的還是在於磨薄後的晶片,較 容易劈裂出完美的自然斷裂面,也就是有較高反射率的 FB 共振腔反 射鏡。

在加熱下,將晶片用黃膠黏在載玻片上,放入的溶液中進行蝕 刻磨薄的動作,時刻速率約。

要鍍背面金屬前,一樣要先去掉背面的自然氧化層,故先浸泡在 HC1 水溶液中,再用單電子槍蒸鍍系統鍍上 N 型金屬 Ni/Ge/Au 快速退火

雷射二極體金屬和半導體間的接面為歐姆接點(ohmic contact),為了達到這個 目的,我們將晶片放入快速退火系統中(簡稱 RTA),當溫度升高,金屬融化滲入 半導體接面中,可以提高參雜濃度,形成歐姆接點,一般而言,退火溫度約在 440℃左右。

晶片劈裂

在晶片的邊緣,以用雷射切割機沿著垂直雷射條紋的方向,劃下不同 間隔寬度的刻痕,定義不同的共振腔長度L,最後沿著刻痕施力,使 晶片沿著自然斷裂面劈開,如此即形成了FP共振腔鏡面。

(討論)

在本篇碩論中,晶片在進入爐管之前並沒有鍍上Si₃N₄,其結果依然可 得到良好的P+ GaAs接觸層表面以及良好的P-N junction電性,如圖 3-8 所示。

3-3 雷射特性量测系统 🧑

圖 3-9 為 L-I 特性曲線量測系統,此系統適用於未包裝的邊射型雷射二極 體,我們將雷射二極體置於樣品座上,驅動電流藉電流源經探針注入二極體,二 極體所發的光被光偵測器吸收後,轉換成光電流並傳到訊號平均器(Boxcar averager)做平均,最後光電訊號經 GPIB 介面傳到電腦中做資料處理及儲存。

圖 3-10(a)(b)為 I-V 曲線與雷射頻譜量測系統,量測頻譜時,光訊號經由 光纖饋入頻譜儀。

17



圖 3-2 , 1m4378 能帶結構圖。



圖 3-3,氧化之脊狀雷射結構 SEM 圖。



圖 3-4,氧化之脊狀雷射結構示意圖。



圖 3-5,脊狀結構製程流。

Wet oxidation 爐管配置



1 水溫控制在92℃

2 氮氣流量 ~75L/hr

3為了避免水氣凝結,必須在管徑 上包裹加熱帶

4.在排放廢棄之前,先將之通入水桶

圖 3-6 氧化製程的爐管配製圖。

oxidation rate~0.12um/min





圖 3-7 氧化速率量测。



圖 3-8, 氧化 SEM 圖。



圖 3-9 , LI 曲線量測系統圖。



圖 3-10(a) 雷射輸出光譜量測系統圖。



圖 3-10(b) I-V 曲線量測系統圖。

第四章 結果與討論

本章分為四個小節,4-1節討論樣品 1m4378 寬面積雷射資料與參數、4-2 節討論樣品 1m4354 寬面積雷射資料與參數、4-3 節討論氧化製程脊狀結構雷射 的量測結果、4-4 討論激發態波峰先出現,接著基態波峰才出現的雷射行為並對 其做定性的解釋。

4.1 lm4378 寬面積雷射資料與參數

圖 4-1(a) Im4378 LI-curve, 共振腔寬度W=20um, 長度L=1.4mm。其中,當電 流達到約 130mA, LI-curve出現一個明顯的 "kink"。觀察其對應的頻譜圖, 如圖 4-1(b)所示,隨著電流的增加,首先由CS開始雷射,其對應的波長位置為 1.190 um ,電流持續增加,到達約 130mA時,出現另外一個波峰,對應著ES的 位置,其波長為 1.124um。ES開始雷射即為LI-curve上出現明顯kink的原因,而 kink所在的位置,及對應ES的臨界電流位置1⁶⁸。接下來持續增加電流,ES雷射 的強度持續增加,而GS雷射的強度則在飽和之後漸漸的減弱,最後消失不見。這 樣的現象同樣的在參考資料^{[15][18]}中出現,該文獻指出,ES能階上的載子累積並沒 有因為GS已經開始雷射而停止,而是持續地隨著電流的增加,而緩慢的累積,於 是有機會在隨後克服總損耗而出現ES lasing。GS之所以會消失是因為在high bias 的情況下,主動層區域的局部溫度為相對的高溫,而高溫會造成熱游離的 速率變快,fcs值下降,Gcs值跟著下降。由圖 4-1(b)可看出,GS與ES的能量分別 對應 1.042eV與 1.103eV,兩者的能量差約為 60meV。

圖 4-2 所示改變不同的長度的1m4378LI-曲線, L=(a)1.1 mm(b)1.2 mm(c)1.3 mm(d)1.5mm。同時地,針對不同的L,做變溫量測。圖一(a)所

24

示L=1.1mm,其對應的總損耗(total loss) α ~14cm⁻¹,而其波長落於 1.124um, 為ES lasing,由此可知在室溫的情況下(T=20°C),1m4378所對應的基態飽和 增益Gos^{sat}小於14cm⁻¹。接著觀察不同長度的雷射二極體,隨著長度增加,鏡面損 耗變小,GS有機會克服總損耗而開始雷射,如圖 4-2(b)所示,一開始由GS先雷 射,不過隨後即出現明顯的kink,代表ES也接著開始雷射。當溫度上升到 25°C, 又變成了只有 ES lasing,原因一樣是溫度上升造成熱游離的速率變快,fcs值 下降,Gcs值跟著下降,於是無法克服總損耗。一樣的方式,可解釋圖 4-2(c)(d)(e) 中所發生的情形。隨著長度的增加,GS與ES的臨界電流比值IthES/IthGS也跟著增 加,這在參考資料 [15][16]中亦有觀察到相同的現象,以下我們就參考該作者 的論述,對此現象做定性的解釋。

如圖 4-3 所示,我們定性地解釋GS/ES臨界電流比值對共振腔長 度的相依性。首先考慮在GS/ES上,所累積的載子濃度NGS/NES隨著注 入電流的增加而增加,直到增益足以克服總損耗(total loss)始達到 雷射臨界條件,當GS先達到lasing,其載子濃度pinned 在值Nth^{GS}, 而ES上的載子濃度並不會跟著GS的載子濃度一起"pinned"住,而是持 續的緩慢累積,這是QD雷射特有的性質,原因是QD-GS本身的所提供 的states有限,在加上其finite relaxation time特性,使得載子持 續在ES累積,最後ES的增益亦有機會克服總損耗而達到雷射的臨界條 件。當ES開始雷射,其載子濃度將pinned在值Nth^{ES}。

接著考慮共振腔長度(cavity length,L)增加造成的影響: (a)當L增加,鏡面損耗(mirror loss, αm)下降,臨界增益(threshold gain, gth)下降,對應的雷射臨界條件所需的載子濃度Nth^{ES}也跟著下 降。如圖上之參考線(i)所標示。

(b)當L增加,對應雷射臨界條件的GS載子濃度Nth^{GS}也跟著下降。如圖上之參考線(ii)所標示。

(c)考慮

$$(\tau)^{-1} = (1 - fGS)(\tau_0)^{-1}$$

其中 τ 稱為relaxation time, fcs是the occupancy of the QD ground state, τ 0稱為intrinsic relaxation time, 當fcs等於零, $\tau = \tau$ 0。亦即relaxation time 與量子點的填充率有關,在填充率越 高的情況下, relaxation time會越慢。

當L增加,對應地Nth^{GS}下降,fGS下降,relaxation time、 τ 變快, 於是 在 ES 上載子濃度NES累積較緩慢,由圖中斜率的差異可見。基 於(a)(b)(c)三點可解釋GS/ES臨界電流比值隨共振腔長度增加而增 加的性質,其中因素 (c) 是主要原因。

註: 比較QD與QW系統,其中QD有較緩慢的intraband relaxation time,其 數值約落在1~100ps^{[17]-[20]},而QW大概小於1ps^[21]

如圖 4-4(a)所示 η_{D}^{-1} 對L作圖(1m4378),對長共振腔的部份做線性分析 可得internal loss α i =4cm⁻¹與internal quantum efficiency η i =98%。另 外如圖 4-4(b)所示,利用方程式

$$\eta_{\rm D} - 1 = [1 + (2 \tau_0 / \tau ES) / (1 - q)] (1 - qin/q)^{-1}$$

可估算出樣品 4378 的intrinsic relaxation time $\tau_0 \sim 4ps \cdot Gcs^{sat} = 13cm - 1$ 。接著, 我們來考慮估算得的 τ_0 之精準度。其一,由擬合所得的 Gcs^{sat} 值 $13cm^{-1}$ 小於並且接 近圖 4-2(a)中估算的值 $14cm^{-1}$,該估算值與實驗結果吻合。由此可確認我們所估 算的intrinsic relaxation time τ_0 亦有一定程度的精準性、其二,考慮擬合誤 差,我們令 $2\tau_0/\tau ES為變數$,所擬合出來的值為 0.00661,而誤差範圍為± 0.00321,因此估算的 τ_0 值為 3.3 ± 1.6 ps。(其中設定 τES 為 1ns)

圖 4-5 利用方程式JthGS=J₀(1+q)+J₁(1+q)/(1-q) 可擬合估算出
 Jtr~44A/cm2 或Jtr~15 A/cm2(per layer)、τe~lns(T=20℃)。(其中套入在圖
 4-4 所得到的餐數值 2 τ₀ / τ ES~0.00661, τ сs, τ сs~lns)。
 最後,我們將 lm4378 的參數作整理,製作表格如下:

表 4-1 lm4378 寬面積雷射參數值

	$\tau_{\rm e}$ (no)	τe	αi	ηi	$G_{\text{GS}}{}^{\text{sat}}$
Jtr(A/cm2)	$\tau \circ (ps)$	(20°C)	(cm-1)		(cm-1)
44/three	4ps	1ns	4cm-1	0.98	13cm-1
layer or					
15/one layer					

4.2 lm4354 寬面積雷射資料與參數

圖 4-6 所示為1m4354 之LI-curve, (a)1.7mm, (b)2.0mm,
(c)2.5mm, (d)3.0mm。觀察圖 5(d)Ith~17.38mA, Jth~29A/cm−1 或
Jth~10/per layer,樣品 4354 可達到極低的臨界電流密度。另外,此樣品在
L=1.2mm時,為ES-lasing,由此可推斷其基態飽和增益Gcs^{sat}小於 12.5cm⁻¹。

圖 4-7 所示,亦為1m4354 之LI-curve,在此我們注入較大的電流, 一樣可觀察到LI曲線上出現明顯的"kink",即ES-lasing。Ith^{ES}/Ith^{GS} 值在固定溫度的情況下,隨著共振腔長度的增加而增加。在固定共振 腔長度的情況下,隨著溫度的增加而減少。另外,觀察圖 4-6(d),

L=3.0mm,GS的雷射光功率PGS隨著電流的增加而達到飽和值PGS^{sat},接著 其功率漸漸下降,

然後ES-lasing出現,又使得總功率上升,於是在LI-curve上可觀察 到一個明顯的凹谷,這一點與參考資料[5]中提到開始ES-lasing的位 置一定對應到基態飽和功率Pcs^{sat}的位置相同有所出入。

如圖 4-8(a)所示,隨著電流的增加,首先由 GS 開始雷射,其對應的波長位 置為 1.235 um ,電流持續增加,到達約 150mA 時,出現另外一個波峰,對應著 ES 的位置,其波長為 1.157um, GS 與 ES 的能量分別對應 1.004eV 與 1.071eV, 兩者的能量差約為 68meV。。接下來持續增加電流,如圖 4-8(b)所示,ES 雷射 的強度持續增加,而 GS 雷射的強度則在飽和之後漸漸的減弱,最後消失不見。

如圖 4-9(a)所示 η_{D}^{-1} 對L作圖,對長共振腔的部份做線性分析可得 internal loss α i =3cm⁻¹與internal quantum efficiency η i =82%。另外如 圖 4-9(b)所示,利用方程式 η_{D} -1 = $[1+(2\tau_{0}/\tau ES)/(1-q)](1-qin/q)^{-1}$ 可估 算出樣品 4354 的intrinsic relaxation time τ_{0} ~40ps、GGS^{Sat}=12cm-1。接著, 我們來考慮估算得的 τ_{0} 之精準度。由擬合所得的GGS^{Sat}值 12cm⁻¹小於並且接近先前 所估算的值 12.5cm⁻¹,證明該估算值與實驗結果並沒有衝突。由此可確認我們所 估算的intrinsic relaxation time τ_{0} 亦有一定程度的精準性。

圖 4-10 利用方程式JthGS=J₀(1+q)+J₁(1+q)/(1-q) 可擬合估算出Jtr~17

A/cm2 或Jtr~6 A/cm2 (per layer)、τe~3ns(T=20℃)。(其中套入在圖 4-9(b))
所得到的參數值 2τ0 / τES~0.00273, τ ES, τ GS~3nS)。

最後,我們將 1m4354 的參數作整理,製作表格如下:

表 4-1 lm4354 寬面積雷射參數值

Jtr(A/cm2)		τe	αi	ηi	$G_{\text{GS}}^{\text{sat}}$
	τ ₀ (ps)	(20°C)	(cm-1)		(cm-1)
17/three	40ps	3ns	3cm-1	0.82	12cm-1
layer or 6/one					
layer					

4.3 氧化製程脊狀結構雷射

圖 4-11 為氧化製程脊狀結構的截面圖(SEM), (a)W~17um(b)W~7um,我們改變不同的共振腔寬度,觀察臨界電流直 是否有等比例下降。圖 4-12 為其對應的 LI-curve,比較其數據如下 表所示:

	Ith(mA)	Jth(A/cm2)	λ(um)
(a)7.1um	28.34	160	1.174
(b)17.0um	34.35	80.82	1.219
(c)20.0um(BA)	30.80	61.60	1.219

首先,比較(a)7.1um與(b)17um的雷射二極體(兩者的共振腔長度 相同,L = 2.5mm),(a)7.1um的發光波長為1.174,為ES-lasing, 而(b)17.0um的發光波長為1.219,為GS-lasing。顯示出寬度的減 少讓發光波長由GS跳到了ES,主要的原因是寬度的減少造成 internal loss, α_i上升。接著比較(b)17.0um-氧化脊狀結構與 (c)20um-濕式蝕刻寬面積雷射,兩者均為GS-lasing,(b)有較高的 臨界電流密度,也使得寬度的減少無法使臨界電流直順利的下降。 主要還是考慮寬度變小, internal loss, α_i上升造成的結果,另 外也有可能是氧化製程造成條紋有不平整的現象,而造成散射 (scattering)增加,造成α_i上升。為了平衡α_i上升,減少鏡面損耗 (mirror loss, α_m)是必要的考量,可以考慮增加共振腔長度,並 且在劈裂鏡面上,鍍上高反射率的材料(HR coating)。

圖 4-13 所示,我們增加了共振腔長度達 L=5.0mm,而寬度維持 在約 7.5um,可使得雷射維持在 GS-lasing,並且有效地降低了臨界 電流值。



4.4 激發態波峰先出現,接著基態波峰才出現

如圖 4-14(a)所示,我們觀察到 ES-lasing 先產生,持續增加 電流,接著 GS-lasing 才出現,這與一般觀察到的雷射順序有所不 同,我們增加溫度達 25℃,也是一樣的情況,激發態波峰先出現, 接著才是基態波峰出現。持續增加電流,如圖 4-14(b)電流在 104mA~190mA 區間,兩個波峰均維持穩定的存在,圖 4-14(c)電流持 續增加直到最後基態波峰逐漸消失,這與一般的情況吻合。

利用圖 4-15 來解釋ES波峰先出現,GS波峰後出現的現象。首先,由ES先雷射可以知道,基態飽和增益GGs^{sat}並沒有辦法克服總損耗 (total loss),因此持續增加電流才有激發態雷射波峰出現。然而持續增加電流並沒有辦法增加基態增益GGs,因此唯一有可能使GS接著 lasing僅有可能是因為電流的增加造成總損耗(total loss)下降。其 中總損耗包含了內部損耗(internal loss)與鏡面損耗(mirror loss),其中鏡面損耗主要與鏡面反射率和共振腔長度有關,與電流 大小無關,而內部損耗與光在共振腔內的散射(scattering) 與材料 吸收(absorption)有關,其三我們在 4-3 節中也提到內部損耗與共振 腔寬度有關。接下來由圖 4-16 可以看到該元件的SEM影像,氧化的區 域並沒有到達主動層的位置,因此當電流較大時,有可能產生電流分 散(current spreading)的情況,而使得電流的增加造成元件等效寬 度(effective width)的增加,對應地造成內部損耗的下降。結果是 有機會在電流增加的情況下,總損耗下降,於是在ES-lasing發生後, 有機會讓GS-lasing接著發生。

接著我們降低溫度去做量測,圖 4-17 (a)所示,我們將溫度降 到 12℃與 16℃,重新量測該元件之雷射頻譜,發現基態波峰先出 現,接著激發態波峰才出來,該元件又回到了正常的發光順序。持 續增加電流則如圖 4-17(b)與 4-17(c)所示,最後一如往常,基態波 峰在高電流下逐漸消失。我們利用圖 4-18 來解釋這樣的行為,首先 我們可確認在 20℃時,總損耗大於但是非常接近基態飽和增益值, 其原因是電流分散(current spreading)造成的內部損耗下降有 限,因此總損耗的參考線勢必非常接近基態 gain peak 的位置如圖 所示。其二、考慮方程式

 $G_{GS}=G_{GS}^{sat}(2f_{GS}-1)$

其中,fcs一般的情況下並不會到達1,而是小於1,其最大填充率則 是與溫度有關,在溫度由20℃降到16℃的情況下,fcs值增加,因此

31

有較高的Gcs值,於是在低溫的情況下Gcs大於總損耗,因此轉為GS先 雷射。





圖 4-1(a)lm4378 LI-curve , W=20um , L=1.4mm。



圖 4-1(b)lm4378 之頻譜量測,對應 4-1(a)的 LI-curve。



圖 4-2(b) 1.2mm



圖 4-2(d) 1.4mm



圖 4-2 所示為 lm4378 的 LI-curve。 L=(a)1.1mm(b)1.2mm(c)1.3mm(d)1.4mm(e)1.5mm。 針對不同的 L,做變溫量測。

I_{th}^{ES}/I_{th}^{GS} depend on cavity length



圖 4-3 定性解釋Ith^{ES}/Ith^{GS}比值隨共振腔長度增加而增加。



圖 4-4(b) 利用方程式 2.7(a) 對η_D⁻¹-L圖做擬合。



圖 4-5, lm4354 LI-curve(a)L=1.7mm,



圖 4-5, lm4354 LI-curve(b)L=2.0mm,



圖 4-5(c)L=2.0mm,





圕4-6(b)L=2.0mm







圖 4-7(b)4354 頻譜,I=200mA->340mA



圖 4-8(a)lm4354 , 對 η_{D}^{-1} -L圖 ,作線性分析。



圖 4-8(b) 利用方程式 2.7(a) 對 η D⁻¹-L圖做擬合 。



圖 4-10(a)氧化結構雷射截面圖, L=2.5mm, W=17um





圖 4-11,對應圖 4-10 的 LI-curve,並且附上對應的 發光波長。



圖 4-13(a),4378 脊狀結構雷射頻譜,圖上分別為 20℃與 25℃的量測。



圖 4-13(b)電流在 104mA~190mA 區間,兩個波峰均維持穩定的存在。



圖 4-13(c)電流持續增加直到最後基 態波峰逐漸消失。



圖 4-14,在電流增加的情況下,總損耗下降,於是在 ES-lasing 發生後,有機會讓 GS-lasing 接著發生。



圖 4-15 該元件 SEM 影像。



圖 4-16(a) 溫度降到 12℃與 16℃,重新量測該元 件之雷射頻譜。



圖 4-16(b),承上圖電流加到 97~153mA



圖 4-16(c),基態波峰在高電流下逐漸消失。



圖 4-17 在溫度由 20℃降到 16℃的情況下,fcs值增加,因此有 較高的Gcs值,於是在低溫的情況下Gcs大於總損耗,因此轉為GS 先雷射。

第五章 結論與未來展望

結論

我們已知製作脊狀結構雷射時,共振腔寬度的下降會造成內部損耗增加,而 對於量子點雷射來說,其基態飽和增益有限,因此在製作脊狀結構雷射時要特別 注意內部損耗的增加,否則將造成量子點無法在基態雷射,因此在製作脊狀結構 量子點雷射時,增加共振腔長度或是在鏡面塗佈高反射率的材料,藉由降低鏡面 損耗來降低總損耗是必要的。若考量高速雷射之應用,高速雷射要求元件的共振 腔要短,這與我們提出的增加共振腔長度相違背,因此可考慮增加雷射飽和增 益,,也就是增加量子點的密度或是層數來確保雷射為基態發光。

在本實驗中我們觀察到激發態波峰先出現,基態波峰才接著出現的情形,其 原因是電流在增加的過程中,發生電流分散的情形,使得等效的共振腔寬度增 加,於是內部損耗下降,總損耗跟著下降,造成基態波峰有機會在激發態波峰出 現後接著出現。觀察到這樣的現象,讓我們有更多的線索去瞭解內部損耗的機 制,進而提出更具創新的想法。

未來展望

量子點雷射具有基態與激發態同時雷射的特性,可以善用此性質,配合光 子晶體結構或是 DFB(distributed feedback)結構,有機會做出可切換頻率 (tunable)的量子點雷射。

53

參考文獻

- [1] Bimberg D, Ledentsov N, JOURNAL OF PHYSICS-CONDENSED MATTER, R1063-R1076 JUN 25 (2003)
- [2] G. Park, O. B. Shchekin, D. L. Huffaker, and D. G. Deppe, "Low-threshold oxide-confined 1.3-_m quantum-dot laser," *IEEE Photon. Technol. Lett.*, vol. 13, pp. 230–232, (2000)
- [3] O. B. Shchekin and D. G. Deppe, "1.3 _m InAs quantum dot laser with T = 161K from 0 to 80 C," *Appl. Phys. Lett.*, vol. 80, pp. 3277–3279, (2002).
- [4] P. Bhattacharya and S. Ghosh, "Tunnel injection InGaAs/GaAs quantum dot lasers with 15 GHz modulation bandwidth at room temperature," *Appl. Phys. Lett.*, vol. 80, pp. 3482–3484, 2002.
- [5] A E Zhukov ,A R Kovsh ,D A Livshits ,V M Ustinov and Zh I Alferov .
 "Output power and its limitation in ridge-waveguide 1.3 um wavelength quantum-dot lasers" Semicond. Sci. Technol.18(2003)744-781.
- [6] J. M. Dallesasse, N. Holonyak, Jr., A. R. Sugg, T. A. Richard and N. El-Zein "Hydrolyzation oxidation of AlxGa1-xAs-AlAs-GaAs quantum well heterostructures and superlattices" Appl. Phys. Lett. 57, 2844, (1990)
- [7] J. M. Dallesasse and N. Holonyak, Jr. "Native-ocide stripe-geometry AlxGa1-xAs-GaAs quantum well heterostructure lasers" Appl. Phys. Lett. ,58, 394 (1991)
- [8] S. J. Caracci, F. A. Kish, N. Holonyak, Jr. and S. A. Maranowski ; S. C. Smith and R. D. Burnham "High-performance planar native-oxide buried-mesa index-guided AlGaAs-GaAs quantum well heterostructure lasers" Appl. Phys. Lett. 61, 321, (1992)
- [9] R. S. Burton and T. E. Schiesinger ;D. J. Holmgren , S. C. Smith , and R. D.

Burnham "Self-aligned native-oxide ridge-geometry AlxGa1-xAs-GaAs quantum well heterostructure laser arrays" Appl. Phys. Lett. **,60** , 1776,(1992)

- [10] H.Nickel" A detailed experimental study of the wet oxidation kinetics of AlxGa1-xAs layers" J. Appl. Phys, 78, 5201 (1995)
- [11] J.H. Kim, D.H. Lim ,K.S. Kim ,G.M. Yang, K.Y. Lim and H.J. Lee "Lateral wet oxidation of AlxGa1-xAs-GaAs depending on its structures "Appl.Phys.Lett . 69, 3357.
- [12] M.Ochiai, G.E Giudice, H. Temkin, J.W. Scott and T.M. Cockerill "Kinetics of thermal oxidation of AlAs in water vapor" Appl. Phys. Lett. ,68,1898.
- [13] A. R. Sugg, N. Holonyak, Jr., J. E. Baker, F. A. Kish, and J. M.
 Dallesasse "Native oxide stabilization of AlAs-GaAs heterostructures" Appl.
 Phys. Lett. ,58, 1199,(1991)
- [14] G. walter, T. Chung, and N. Holonyak, Jr. "High-gain coupled InGaAs quantum well InAs quantum dot AlGaAs-GaAs-InGaAs-InAs heterostructure diode laser operation" Appl. Phys. Lett. ,80 ,1126,(2002)
- [15] A.Markus, J.X.Chen, C.Paranthoen, and A.Fiore ; C. Platz ; O. Gauthier-Lafaye "Simultaneous two-state lasing in quantum-dot lasers "Applied Physics Letters, 82,1818.(2003)
- [16] A Markus, J.X.Chen, O. Gauthier-Lafaye, Jean-Guy Provost, C.Paranthoen, andA.Fiore "Impact of intraband relaxation on the performance of a quantum-dot laser" IEEE Journal of topics in quantum electronics" vol9, NO.5, (2003)
- [17] S. Krishna, P. Bhattacharya, J. Singh, T. Norris, J. Urayama, P. J. McCann, and K. Namjou, "Intersubband gain and stimulated emission in long-wavelength (λ=1.3um) intersubband In(Ga)As/GaAs quantum-dot electroluminescent devices," *IEEE J. Quantum Electron.*, vol. 37, pp. 1066–1074, Aug. 2001.
- [18] R. Heitz, A. Kalburge, Q. Xie, M. Grundmann, P. Chen, A. Hoffmann, and D.

Bimberg, "Excited states and energy relaxation in stacked InAs/GaAs quantum dots," *Phys. Rev. B*, vol. 57, pp. 9050–9060, 1998.

- [19] S. Raymond, S. Fafard, P. J. Poole, A. Wojs, P. Hawrylak, S. Charbonneau, D. Leonard, R. Leon, P. M. Petroff, and J. L. Merz, "State filling and time-resolved photoluminescence of excited states in In Ga As/GaAs self-assembled quantum dots," *Phys. Rev. B*, vol. 54, pp. 11 548–11 554, 1996.
- [20] A. Fiore, P. Borri, W. Langbein, J. M. Hvam, U. Oesterle, R. Houdre, R. P. Stanley, and M. Ilegems, "Time-resolved optical characterization of InAs/InGaAs quantum dots emitting at 1.3 _m," *Appl. Phys. Lett.*, vol. 80, pp. 911–913, 2002.
- [21] M. C. Tatham, J. F. Ryan, and C. T. Foxon, "Time-resolved raman measurements of intersubband relaxation in GaAs quantum wells," *Phys. Rev. Lett.*, vol. 63, pp.

1637–1640, 1989.



簡歷 (Vita)

姓名:楊仁盛(Yang, Jen-Sheng)

性别:男

出生年月日:民國 68 年 10 月 11 日

籍貫:台灣屏東

學歷:

國立交通大學電子物理學系學士(89.9-92.6)

國立交通大學電子研究所碩士班(92.9-94.6)

ALLINA .

11111

碩士論文題目:

半導體量子點雷射之研究

Studies of Semiconductor quantum dots Lasers