





## UNIVERSITÉ PARIS-SUD

ÉCOLE DOCTORALE 288 : ONDES ET MATIÈRE

Laboratoire : Laboratoire de Photonique et de Nanostructures-Centre National de la Recherche Scientifique (*LPN-CNRS*)

# THÈSE DE DOCTORAT

PHYSIQUE

par

### Li FANG

D éveloppement des miroirs absorbants saturables ultra-rapides pour des

applications au traitement de signaux optiques à très haut d ébit et la

génération d'impulsions laser ultra-courtes à 1.55 µm

Date de soutenance : 12/11/2014

#### Composition du jury:

Directeur de thès	e : M. Jean-Louis OUDAR
Rapporteurs :	M. Sébastien FEVRIER
	Mme Juliette MANGENEY
Examinateurs :	M. Patrick GEORGES
	M. Ammar HIDEUR
	M. Jean-Michel LOURTIOZ

Directeur de recherche émérite (LPN-CNRS) Maîtres de conférence (XLIM, Université de Limoges) Chargée de recherche (LPA, Ecole Normale Supérieure) Directeur de recherche (LCF, institut d'Optique) Maîtres de conférence (CORIA, Université de Rouen) Directeur de recherche émérite (IEF, Université Paris-Sud XI)

#### R ésum é

Dans cette thèse, nous avons d'éveloppé et étudi é des miroirs absorbants saturables ultra-rapides, pour des applications au traitement de signaux optiques à très haut d'ébit et la génération d'impulsions laser ultra-courtes à 1.55 µm. Par apport aux travaux ant érieurs nous avons mis l'accent sur une compacité améliorée, des fonctionnalités avanc ées, et des technologies présentant un coût de fabrication r éduit.

Dans une première partie, nous avons développé un miroir absorbant saturable ultra-rapide à semi-conducteur. Le compos é massif In<sub>0.53</sub>Ga<sub>0.47</sub>As a été employ é comme matériau actif, en raison de la simplicité de sa technique de croissance et de son fort coefficient d'absorption à la longueur d'onde de 1,55 µm. Cependant dans ce matériau InGaAs massif le temps de recouvrement de l'absorption est dominé par la recombinaison radiative des porteurs photoexcités ou la recombinaison Auger à fort niveau d'excitation, ce qui se produit à une échelle temps de l'ordre de plusieurs centaines de picosecondes ou plus. Nous avons utilisé l'implantation par ions lourds pour accérer cette recombinaison en introduisant des niveaux de défauts dans la bande interdite, et obtenir ainsi un miroir absorbant saturable (MAS) ultra-rapide àbase d'InGaAs. Le temps de recouvrement d'absorption du MAS implant éa ét écaract éris é en fonction de l'espèce implantée, de la dose ionique, et de la température de recuit.



Figure 1 Variation du temps de recouvrement en fonction de la dose d'arsenic, suite à un recuit rapide à 550 °C, 600 °C et 650 °C pendant 15 s.

Des ions As<sup>+</sup> et Fe<sup>+</sup> ont été utilisés pour l'implantation. La figure 1 montre la variation du temps de recouvrement en fonction de la dose d'arsenic, suite à un recuit rapide à 550 °C, 600 °C et 650 °C pendant 15 s. On peut voir que les temps de recouvrement les plus rapides ont étéobtenus dans les échantillons implant és avec une dose d'arsenic de  $1 \times 10^{14}$  ions / cm ? La figure 2 montre la réflexion transitoire normalisée en fonction du retard entre pompe et sonde pour l'échantillon implanté avec cette dose, après recuit de 15 s àdiff érentes temp ératures. Des temps de recouvrement de 0.58 ps, 0.86 ps, 1.92 ps et 4.23 ps ont été mesur és suite à un recuit à 500 °C, 600 °C et 650 °C respectivement. Pour les échantillons recuits à 600 °C et 650 °C, les courbes pr ésentent un d éclin bi-exponentiel, et la réflexion transitoire de la sonde ne revient pas à z éro après un retard de sonde de 23 ps.



Figure 2 Réflexion transitoire normalisée en fonction du retard entre pompe et sonde pour l'échantillon implant éavec une dose d'arsenic de  $1 \times 10^{14}$  ions / cm <sup>2</sup>, apr ès un recuit de 15 s à 500 °C, 550 °C, 600 °C et 650 °C. La courbe en insert montre le temps de recouvrement en fonction de la temp érature de recuit.

En contraste avec le dopant As, qui est un donneur superficiel dans InGaAs, le dopant Fe peut créer des niveaux profonds de type accepteur dans l'InGaAs. Il a été démontré que le dopant Fe est un pi ège efficace aussi bien pour les dectrons que pour les trous dans In<sub>0.53</sub>Ga<sub>0.47</sub>As. Nous avons donc utilis é également l'implantation Fe<sup>+</sup> pour r éaliser un MAS ultra-rapide. La figure 3 montre la r éflexion transitoire de la sonde en fonction du retard entre pompe et sonde pour des échantillons implant és Fe<sup>+</sup> selon une dose de  $2,2 \times 10^{14}$  ions / cm ? apr ès recuit de 15 s àdes temp ératures variant de 500 °C à 700 °C par pas de 50 °C. Le temps de recouvrement augmente avec la temp érature de recuit et vaut 0.75 ps, 1.17 ps, 1.58 ps, 2.23 ps et 7.02 ps respectivement, comme repr ésent é dans l'insert de la figure 3. En comparaison des échantillons implant és As<sup>+</sup> avec la dose de  $1 \times 10^{14}$  ions/cm ? les temps de recouvrement des échantillons implant és Fe<sup>+</sup> sont plus longs apr ès le recuit à 500 °C et 550 °C, tandis qu'après les recuits à 600 °C et 650 °C, les temps de recouvrement des échantillons implant és Fe<sup>+</sup> sont plus courts que ceux des échantillons implant és As<sup>+</sup>. De plus, la r éflexion transitoire revient à z éro aux retards inf érieurs ou égaux à 23 ps pour les échantillons implant és Fe<sup>+</sup> et recuits à 600 °C et 650 °C.



Figure 3 R éflexion transitoire normalis é de la sonde en fonction du retard entre pompe et sonde pour des échantillons implant és Fe<sup>+</sup> selon une dose de  $2,2 \times 10^{14}$  ions / cm ? apr ès recuit de 15 s àdes temp ératures variant de 500 °C à 700 °C par pas de 50 °C. La courbe en insert montre le temps de recouvrement en fonction de la temp érature de recuit.

La r fectivit é non-linéaire dépendante de la puissance de l'échantillon implanté Fe<sup>+</sup> a aussi ét é étudi ée, en raison de son temps de recouvrement rapide. La figure 4 montre la variation de r fectivit é en fonction de la fluence incidente de ces échantillons apr ès des recuits à diff érentes temp ératures. On peut voir que la perte non saturable d écroit et que l'amplitude de modulation entre faible et forte fluence augmente avec la température de recuit. Suite à la modélisation des données expérimentales, l'amplitude maximale de la modulation de r fectivit é(54%) est obtenue apr ès le recuit à 650 °C et 700 °C, valeur inférieure à celle (56,9%) obtenue avec l'échantillon non implanté. Nous attribuons cette différence à la présence des centres profonds cr éés par l'implantation, qui donnent lieu à des transitions optiques supplémentaires vers des états de plus haute énergie dans la bande de conduction. En conclusion de cette étude, apr ès implantation  $Fe^+$  et un recuit à 650 °C pendant 15 s, un miroir absorbant saturable pr ésentant une relaxation rapide de 2,23 ps et une forte amplitude de modulation de 54% a ét éobtenu, moyennant une faible d'égradation de modulation (3%) par rapport à un échantillon non implant é



Figure 4 Variation de la réflectivité en fonction de la fluence incidente de l'échantillon non-implant é et des échantillons implant és Fe<sup>+</sup> apr ès recuit de 15 s à des temp ératures variant de 500  $^{\circ}$ C à 700  $^{\circ}$ C par pas de 50  $^{\circ}$ C.

Dans une seconde partie, la gravure par faisceau d'ions focalisés (FIB) a été utilisée pour fabriquer une structure en biseau ultrafin sur de l'InP cristallin, pour r éaliser un dispositif photonique multi-longueur d'onde à cavité verticale. La meilleure performance d'un MAS comportant une microcavité résonnante est obtenue lorsque le signal incident est au voisinage immédiat de la longueur d'onde de résonance de la microcavit é, ce qui limite sa bande passante optique. Pour traiter les signaux des systèmes de communication optique multiplex és en longueur (WDM), la possibilit é d'une régénération tout-optique avec un composant MAS unique efficace sur une grande plage de longueurs d'onde serait extrêmement attractive du point de vue coût, simplicité d'architecture et fiabilité. La longueur d'onde de résonance du MAS peut être contrôlée moyennant un ajustement d'épaisseur de la couche de phase (couche d'InP en surface). Par conséquent, la fabrication d'un biseau de cette couche de phase, procurant une variation lat érale lin éaire de son épaisseur, doit permettre de r éaliser sur une puce unique une microcavit é à r ésonances multiples. Les diff érents canaux en longueur d'onde peuvent en effet être traités sur différentes zones du MAS en biseau, moyennant un simple d énultiplexage en longueur d'onde effectué par un réseau de diffraction. Les calculs montrent que la longueur d'onde résonnante de notre MAS peut être décalée par pas de 1nm en réduisant l'épaisseur de la couche de phase par pas de 0.95 nm. De plus la dispersion de notre syst ème àr éseau de diffraction est de 10 µm par nm de longueur d'onde. Pour réaliser le traitement tout-optique de 40 canaux WDM espac és de 1 nm sur un composant MAS unique avec notre dispositif exp érimental, il faut fabriquer sur la couche de phase en InP une structure en biseau avec une pente horizontale de 1:10500 (0.95 nm pour 10 µm), comme repr ésent ésur la figure 5.



Figure 5 Schéma de principe d'une structure en biseau (vue en coupe).

La gravure par faisceau d'ions focalisés (FIB) a été utilis é pour fabriquer une telle structure en biseau sur une couche de phase en InP. Dans un premier temps nous avons utilis é une large plage de doses ioniques de  $1 \times 10^{14}$  à7,5×10<sup>16</sup> ions / cm<sup>2</sup>pour explorer la r éponse des ions Ga<sup>+</sup> sur l'InP cristallin. Douze r égions carr és ont é é irradi és avec douze doses diff érentes. Les zones irradi ées ont été caract éris ées par microscopie à force atomique (AFM). Les mesures de rugosit é de surface ont montr éque la rugosit é de toutes les zones était d'environ 1 à 2 nm en écart quadratique moyen. De ce test nous avons pu conclure que nos param ètres de gravure ainsi que le proc éd é de balayage permettaient un bon contrôle du re-dépôt du matériau et l'obtention d'une surface grav ée bien plane. La figure 6 montre la profondeur moyenne d'un carré en fonction de la dose ionique incidente, en échelle semi-logarithmique. Pour les doses inf érieures à  $5 \times 10^{14}$  ions / cm<sup>2</sup>, les profondeurs de gravure n'ont pu être mesurées, ce qui indique

l'absence d'un gonflement de surface dû à l'amorphisation du matériau sous l'effet du bombardement ionique. Pour les doses supérieures à cette valeur, l'effet de pulv érisation devient évident. La courbe en insert de la figure 6 montre une relation bien lin éaire entre la profondeur de gravure et la dose ionique, sur la plage de  $2,5 \times 10^{15}$  à $5 \times 10^{16}$  ions / cm<sup>2</sup>. Le rendement de pulvérisation calculé est d'environ 3,27 atomes / ion incident. Ce rendement d étermin é exp érimentalement, ainsi que la plage de doses ioniques correspondantes ont ét éutilis és pour fabriquer la structure en biseau. Celle-ci consiste en 40 rectangles voisins, irradi és selon 40 doses diff érentes, comme indiqu é sur la figure 7. La caractérisation par AFM indique une rugosité de surface d'environ 2 nm. La figure 8 montre que la profondeur de gravure augmente précis énent et progressivement de 24 nm à54 nm lorsque la dose ionique augmente de 1,5 ×10<sup>16</sup> à2,5 10<sup>16</sup> ions / cm<sup>2</sup>. La pente horizontale est d'environ 1:13000.



Figure 6 Variation de la profondeur de gravure en fonction de la dose ionique incidente, en échelle semi-logarithmique. La courbe en insert montre la relation entre la profondeur de gravure et la dose ionique en échelle lin éaire, sur la plage de  $2.5 \times 10^{15}$  à  $5 \times 10^{16}$  ions / cm<sup>2</sup>



Figure 7 Image au microscope optique de la structure en biseau fabriqu ée avec les doses ioniques variant sur la plage de  $1,5 \times 10^{16}$  (àgauche) à $2,5 \times 10^{16}$  ions / cm <sup>2</sup>(àdroite). La taille de chaque rectangle est de 35 × 10 µm ?



Figure 8 Variation de la profondeur de gravure moyenne en fonction de la dose ionique incidente, sur la plage de  $1.5 \times 10^{16}$  à  $2.5 \times 10^{16}$  ions / cm<sup>2</sup> en échelle lin éaire.



Figure 9 Spectre de la réflexion optique mesur é sur une zone non grav é (courbe en tiret), et sur différentes zones du biseau (courbes en trait plein). La courbe en insert indique les longueurs d'onde de r ésonance correspondant aux différentes profondeurs de gravure et doses ioniques.



Figure 10 Spectre de la r delexion optique mesur é sur la zone carr é grav é par FIB (courbe en rouge), compar é àcelle mesur é sur une zone obtenue par gravure chimique de la structure absorbant saturable (courbe en noir). La longueur d'onde de résonance est de 1558 nm.

Suite à la fabrication de la structure en biseau, le décalage de la longueur d'onde de r ésonance sur le MAS en biseau a été mesuré, afin de tester l'efficacité du procédé. La figure 9 repr ésente le spectre de la r éflexion optique mesur ée sur une zone non grav ée (courbe en tiret), et sur diff érentes zones du biseau (courbes en trait plein). La courbe en tiret indique que la longueur d'onde de résonance de la zone non gravée est de 1572 nm. Un bon d écalage de r ésonance, de 1561 nm à 1532 nm est ainsi obtenu, pour une variation de profondeur de gravure de 24,5 nm à54 nm. La courbe en insert indique les longueurs d'onde résonantes correspondant aux profondeurs de gravure (ainsi que les doses ioniques), et donne aussi le taux de variation d'épaisseur de la couche de phase par unité de variation de longueur d'onde. La valeur est d'environ 0,9, en bon accord avec la valeur th éorique de 0,95 obtenue dans notre simulation initiale.

On constate sur la figure 9 que les courbes de r ésonance mesur és sur les zones grav és sont significativement plus larges (de typiquement 40%) que celle mesur é sur une zone non grav é. Cet élargissement spectral peut être attribu éau fait que la taille du spot optique illuminant l'échantillon est plus grand que la taille d'un rectangle sur la structure en biseau. Cette interpr étation est confirm é par les r ésultats montr és en figure 10. Sur la figure 10, la courbe en rouge montre le spectre de la r élexion optique mesur é sur une zone carr é de  $50 \times 50 \ \mu m^2$ grav é par FIB sur le MAS, tandis que la

courbe en noir montre celle mesur é sur une autre zone du MAS, grav é par une solution chimique pour atteindre la même longueur d'onde résonnante que celle de la courbe en rouge. En comparant ces deux spectres, on voit que l'élargissement spectral n'est pas présent. On voit également qu'une perte optique d'environ 3% est introduite sur la zone grav é par FIB. Cette perte est tout à fait tol érable pour notre application. Elle est attribu é àla pr ésence de centres de diffusion optique induits dans la couche de phase en InP par l'implantation d'ions Ga<sup>+</sup>.

En conclusion de cette partie, la caract érisation optique de ce dispositif en biseau a confirm é le comportement multi-longueur d'onde de notre dispositif et montré que les pertes optiques induites par le proc éd é de gravure FIB sont n égligeables.

Dans une troisi ème partie, nous avons d'évelopp édes MAS àbase de graph ène. Le graph ène a été utilis é pour le verrouillage de modes de différents types de lasers, en raison de son temps de recouvrement ultra-rapide et de ses propriétés d'absorbant saturable sur une plage de longueur d'onde étendue. Cependant sa faible non-lin éarit é optique, qui nécessite de fortes intensités incidentes, rend problématique l'utilisation du graph ène pour le verrouillage de modes de certains lasers qui n écessitent de faibles puissances de saturation, et limitent également son potentiel pour d'autres applications. Dans ce travail, nous avons intégré du graphène dans une microcavité verticale comportant un miroir sup érieur di dectrique, pour augmenter les propri étés optiques non lin éaires du graph ène et r éduire son intensit é de saturation. Contrairement au cas des matériaux semiconducteurs III-V, il n'est pas facile de déposer une couche diélectrique directement sur le graphène, en raison de son épaisseur d'une couche atomique. Par conséquent dans notre fabrication d'un dispositif en microcavit é àbase de graph ène, une couche mince de Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub> d'épaisseur 25 à 35 nm, a  $\notin$  éd  $\notin$ os  $\notin$  selon un proc éd é sp écifique de d ép *c*t chimique en phase vapeur assist é par plasma (PECVD), qui protège le graphène avant le dépôt ultérieur des couches constituant le miroir supérieur. La longueur d'onde résonnante du dispositif a été fixée à 1550nm. Un ensemble de quatorze paires de couches  $SiO_2$  /  $Si_3N_4$  d'épos ées sur une plaque de silicium a été utilisé comme miroir inférieur. Une couche d'épaisseur quart d'onde en SiO<sub>2</sub> a ensuite étédéposée par PECVD sur le miroir inférieur, pour localiser le feuillet

de graphène sur un ventre de l'onde optique intracavité. Après croissance par CVD, une monocouche de graph ène a  $\acute{a}$  étransf  $\acute{e}$  sur le miroir inf  $\acute{e}$ ieur. Le miroir sup  $\acute{e}$ ieur est constitu é de plusieurs paires de couches SiO<sub>2</sub> / Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub> d  $\acute{e}$ pos  $\acute{e}$ s par PECVD, suite au d  $\acute{e}$   $\acute{a}$  de la couche protectrice en Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>.



Figure 11 Spectres de réflectivit é lin éaire des dispositifs à couche de graph ène int égr ée en microcavit é, pour des miroirs sup érieurs comportant 1, 2 et 3 paires de couches  $SiO_2 / Si_3N_4$ . Les courbes en insert représentent la dépendance de l'absorption optique dans le graphène (courbe en noir) et le facteur de renforcement du champ à la position du graph ène (courbe en bleu), en fonction de la réflectivit é du miroir supérieur. Les courbes sont les résultats calculés, et les carrés rouges sont les valeurs d'absorption mesur ées.

Apr ès la fabrication, la r électivit élin éaire des dispositifs àmonocouche de graph ène int égr ée en microcavit é a ét é caract éris ée en mesurant leur spectre de r élexion et en utilisant un point sans graph ène du m êne échantillon comme spectre de r élexion et en figure 11 pr ésente le r ésultat mesur ésur les dispositifs comportant un miroir sup érieur à 1, 2 et 3 paires de couches SiO<sub>2</sub> / Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>, respectivement. On note que la r électance diminue quand le nombre de paires de couches du miroir sup érieur augmente. Les courbes en insert représentent la dépendance de l'absorption optique dans le graphène (courbe en noir) et le facteur de renforcement du champ à la position du graph ène (courbe en bleu), en fonction de la r électivit é du miroir sup érieur. Ces courbes ont ét é calculées par la méthode des matrices de transfert, en utilisant pour l'indice de r éfraction complexe du graph ène la formule  $n(\lambda)=3.0 + i (C1/3) \lambda$ , o  $uC1 = 5.446 \mu m^{-1}$ . Les carrés rouges sont les valeurs d'absorption mesurées, pour chaque valeur du nombre de paires du miroir supérieur. On observe que l'absorption et le renforcement du champ augmentent avec le nombre de paires du miroir supérieur. Les résultats expérimentaux sont en bon accord avec les valeurs calcul és.



Figure 12 Changement de r felexion en fonction du retard entre pompe et sonde pour les dispositifs à monocouche int égr ée en microcavit é avec les miroirs sup érieurs à 0, 1, 2 et 3 paires de couches  $SiO_2 / Si_3N_4$ , respectivement. Les courbes en insert montrent les changements de r felexion normalis és en fonction du retard entre pompe et sonde et les courbes obtenues par ajustement des donn ées selon une loi exponentielle d écroissante.

La réponse dynamique des dispositifs fut ensuite étudiée à l'aide d'un dispositif de mesure pompe-sonde dégénéré en longueur d'onde. Sur les résultats présentés en figure 12, on voit qu'au retard nul, (où les impulsions de pompe et de sonde se recouvrent temporellement), l'intensité du signal de sonde réfléchi augmente avec le nombre de paires du miroir supérieur. A cause de la résonance de microcavit é davantage de porteurs sont photo-excit és par le signal de pompe, réduisent le nombre d'états vacants dans la bande de conduction, et causent l'augmentation de la réflexion de la sonde. En comparaison du dispositif sans miroir supérieur, celui poss édant 3 paires de couches SiO<sub>2</sub> / Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub> présente un facteur multiplicatif de renforcement de la réponse non-lin éaire de 26,8. Les temps de recouvrement ont été obtenus par ajustement des données selon une loi exponentielle décroissante, comme représenté dans l'insert de la figure 12. On observe une réduction du temps de recouvrement, de 2 ps pour le dispositif sans miroir supérieur, à0,77 ps pour celui ayant une paire de couche. Ensuite on observe une l égère augmentation à1 ps du temps de recouvrement pour le dispositif

ayant 3 paires de couches. Nous attribuons cette r éduction aux d'éauts cristallins introduits lors du d'ép  $\hat{\alpha}$  de la couche protectrice en Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>, d'éauts qui agissent comme pièges à porteurs. Avec l'augmentation du nombre de paires de couches, la densité de porteurs photoexcit és augmente. L'augmentation du temps de recouvrement est probablement le résultat d'une saturation des pièges dans cette circonstance.



Figure 13 R électivit é non lin éaire en fonction de la fluence des impulsions incidentes, pour les dispositifs à monocouche int égr ée en microcavit é avec les miroirs sup érieurs à 0, 1, 2 et 3 paires de couches  $SiO_2 / Si_3N_4$ , respectivement.

La réflectivit é non lin éaire des dispositifs en fonction de la fluence des impulsions incidentes a été caractérisée à l'aide d'un système de mesure de réflexion dépendante de la puissance incidente, en utilisant comme référence un échantillon ne comportant que le miroir inférieur. La figure 13 montre la réflectivit é non lin éaire mesur ée, en fonction de la fluence incidente. On peut voir que le changement maximal de réflectivit é des dispositifs augmente avec le nombre de paires du miroir sup érieur.

En conclusion de cette troisi ème partie, nous avons montr é que la combinaison d'une monocouche de graphène avec une microcavité permet d'obtenir une profondeur de modulation aussi grande que 14,9%. Cette valeur est beaucoup plus dev é que la valeur d'environ 2% décrite dans des travaux précédents. Cette approche permet d'envisager des applications au verrouillage de mode des lasers, à la commutation optique et à la mise en forme d'impulsions optiques.