Endommagement et rupture de composites stratifiés constitués de plis tissés comparés à des plis unidirectionnels

Damage and fracture of woven ply laminated composites compared to unidirectional ply laminated composites

Christian Hochard, Aldo Cocchi, Marco Nappi

Aix Marseille Univ, CNRS, Centrale Marseille, LMA UMR 7031 4 Impasse Nikola Tesla 13453 Marseille Cedex 13 e-mail: hochard@lma.cnrs-mrs.fr

Résumé

La rupture de structures composites stratifiées est due à de nombreux mécanismes agissant à différentes échelles dont les évolutions dépendent du type de pli, tissé ou unidirectionnel (UD), concernent la matrice ou les fibres et sont fonction de nombreux paramètres (épaisseur des plis, orientations, chargements í). Les endommagements de type matriciel démarrent généralement par des décohésions fibre/matrice, fissures qui se propagent pour former des ruptures transverses sur toute løépaisseur du pli. Dans le cas de plis UD, ces fissures transverses peuvent se propager sur des grandes distances et initier des délaminages. Dans le cas de plis tissés, ces fissures transverses se développent sur toute løépaisseur des mèches mais leur propagation est stoppée par le croisement des mèches. Dans le cas de plis UD, la cinétique døévolution de ces fissures transverses dépend de løépaisseur des plis (ou le nombre de plis de même direction), dépendance qui complexifie la modélisation de ces fissures. Des comparaisons expérimentales de løínfluence de løépaisseur des plis sur le comportement de stratifiés constitués de plis tissés et UD sont présentées ici. Ces résultats sont comparés à des simulations qui intègrent uniquement le comportement intra-laminaire et les limites de ce type de modélisation sont analysées pour les plis UD et tissé.

Abstract

The fracture of laminate composite structures is due to many mechanisms acting at different scales and depending on the type of ply, woven or unidirectional (UD), concern the matrix or the fibers and are a function of many parameters (thickness, orientations, loads ...). Matrix-type damage usually starts with fiber/matrix decohesions that propagate in the matrix to form transverse cracks over the entire thickness of the ply. In the case of UD plies, these transverse cracks can spread over great lengths and can initiate delamination. In the case of woven plies, these transverse cracks develop over the whole thickness of the yarns but their propagation is stopped by the crossing of the yarns. In the case of a UD ply, the kinetics of development of these transverse cracks depend strongly on the thickness of the ply (or the number of UD plies of the same orientation) which complicates the modeling of these cracks. Experimental comparisons of laminate with UD and woven plies with respect to the thickness are presented here. This experimental results are, only for the description of intralaminar damage, compared to simulations and the limits of this type of modeling for UD and woven ply laminates is underlined.

Mots Clés : stratifié, tissé, unidirectionnel, endommagement et rupture, simulation **Keywords :** laminate, woven, unidirectional, damage and fracture, simulation

1. Introduction

1.1 Différence døévolution de løendommagement matriciel entre UD et tissé

La rupture de structures composites stratifiées est due à de nombreux mécanismes agissant à différentes échelles [1,2]. Ces mécanismes différents suivant le type de pli, tissé ou unidirectionnel, concernent la matrice ou les fibres et sont fonction de nombreux paramètres (épaisseur des plis, orientations, chargements í).

Les endommagements de type matriciel démarrent généralement par des décohésions fibre/matrice, fissures qui se propagent dans la matrice pour former des ruptures transverses sur toute lépaisseur du pli. Dans le cas de plis unidirectionnels, ces fissures transverses peuvent se propager sur des grandes distances, en particulier si løépaisseur (ou le nombre de plis de même direction) est importante. Ces fissures peuvent également initier des délaminages. Dans le cas de plis tissés, ces fissures transverses se développent sur toute lépaisseur des mèches mais leur propagation est stoppée par le croisement des mèches. Par exemple, pour un stratifié constitué de plis unidirectionnels de même orientation sollicité en traction transverse, le comportement sera de type fragile car à la première rupture transverse (moins de 0,5% pour de læpoxy) læprouvette va rompre. Dans le cas døun stratifié constitué de plis tissés déséquilibré [3] de même orientation sollicité suivant la direction transverse, la fissuration va pouvoir se développer jusqué saturation (fig. 1, plus de 2% pour des fils de verre). Notons que dans le cas døun stratifié croisé [0_m,90_m]_{ns} constitué de plis unidirectionnels, les fissures transverses ne vont pas conduire à la rupture de léchantillon immédiatement et elle vont pouvoir se développer jusqué la rupture des fibres. La cinétique de développement de ces fissures dépend fortement des paramètres m et n du stratifié ce qui complexifie la modélisation de ces fissures. Cette dépendance est moins importante pour des plis tissés. Løétude expérimentale du comportement à rupture de ce type de stratifié en fonction de *m* et *n* sera développée par la suite.



Fig. 1. (a) Evolution de lændommagement matricielle. (b) tissé verre/exopy déséquilibré.

1.2 Résultat préliminaire sur stratifié [45m,-45m]ns



Fig. 2. Endommagement et rupture stratifiés A[45,-45]_{3s} et B[45₃,-45₃]_s [3].

Létude de létvolution de léendommagement matriciel induit par des contraintes de cisaillement est possible quel que soit le type de pli, tissé ou unidirectionnel, à partir déessais sur des stratifiés $[45_m, 45_m]_{ns}$. Dans le cas de contraintes de cisaillement et en raison de léutilisation déun stratifié croisé, ces fissures peuvent également se développer jusquéà des niveaux élevés [4]. Pour certaines matrices, la

rupture de léchantillon se produit par instabilité due au comportement adoucissement qui entraîne une localisation des endommagements (fig. 1, stratifié A). Cependant, dans le cas de plis unidirectionnels, si le nombre de plis de même orientation augmente ou si léchaisseur des plis est significative, des ruptures transverses de grandes dimensions qui initient des délaminages et la rupture de lécprouvette peuvent apparaître (fig. 2, stratifié B). La modélisation de ces fissures est de nature 3D et déune grande complexité. Cette situation est plus improbable pour les plis tissés.

Enfin, comme le montre læxemple précédent (fig. 2) des endommagements interlaminaires tels que le délaminage peuvent être observés. Cette situation est possible également pour des plis tissés mais il a été montré expérimentalement que les stratifiés constitués de plis tissés présentent une plus grande résistance à la propagation des fissures interlaminaire que les stratifiés constitués de plis unidirectionnels [5]. De plus, certaines orientations connues pour être délaminantes ($[\theta, -\theta]_{ns}$ avec θ petit par exemple) pour les plis unidirectionnels ne sont pas possible pour les plis tissés qui correspond à un empilement de plis croisés. Cette analyse et les résultats expérimentaux comparés aux simulations montent que généralement il næst pas nécessaire de modéliser les endommagements interlaminaire pour décrire la rupture de stratifiés constitués de plis tissés, une analyse coque en contraintes planes est suffisante.

Løensemble des éléments présentés précédemment sont développés dans le papier sur la base de résultats expérimentaux et, uniquement pour la description des endommagements intralaminaires, comparés à des simulations. Pour les plis unidirectionnels, les limites de ce type de modélisation en fonction de løépaisseur (ou du nombre) des plis sont soulignées.

2. Etude expérimentale comparative entre stratifiés constitués de plis tissés et stratifiés constitués de plis UD équivalents

2.1 Définition des stratifiés

Pour des stratifiés constitués de plis tissés, il est toujours possible de définir des stratifiés constitués de plis UD équivalents. Par exemple, pour un stratifié tissé équilibré [0]_{ns} constitué dœutant de mèches à 0° que de mèches à 90°, lœquivalent UD sera [0,90]_{ns}. Inversement, pour certains stratifiés constitués de plis UD, il nœst pas possible de définir des stratifiés constitués de plis tissés équivalent. Par exemple, il nœst pas dœquivalent tissé du stratifié quasi-isotrope UD [0,60,-60]_{ns}.

Par la suite, nous allons comparer les comportements à rupture de stratifiés constitués de plis tissés et de plis UD équivalents. Nous allons d¢abord étudier des stratifiés $[0_m,90_m]_{ns}$ en faisant varier les paramètres *m* et *n* et en effectuant des tractions à 0° et à 45° (équivalent à une traction sur un $[45_m, 45_m]_{ns}$). Nous comparerons ensuite les comportements des stratifiés quasi-isotrope de type $[0_m,90_m,45_m,-45_m]_{ns}$ en faisant varier les paramètres m et n en traction à 0° et à 22,5° (suivant la direction la plus éloignée des fibres ou équivalent à $[22.5_m,-67.5_m,67.7_m,-22.5_m]_{ns}$). Les résultats de ces essais ont été comparés à des modèles numériques qui intègrent le comportement endommageable de ces matériaux qui a déjà été présenté par ailleurs [5, 6].

2.2 Stratifiés de type [0_m,90_m]_{ns}

Nous avons effectués des essais sur des stratifiés constitués de plis tissés sergé 2x2 12K et UD. Le tableau 1 présente les différentes orientations. Nous effectuons généralement 3 essais par orientation. Les résultats sont données ensuite avec les valeurs moyennes et les écarts types.

Les stratifiés étudiés pour les plis tissés sont $[0,90]_{2s}$ et $[0_2,90_2]_s$ (comparés à un $[0]_8$) en traction à 0° et en traction à 45° (correspond à une traction sur un stratifié $[45_m, -45_m]_{ns}$). Pour les plis UD, les stratifiés étudiés sont $[0,90]_{4s}$, $[0_2,90_2]_{2s}$ et $[0_4,90_4]_s$.

Tissé 12K	[0,90] _{2s}	$[0_2, 90_2]_s$	[0]8	$[45, -45]_{2s}$	$[45_2, -45_2]_s$	
UD	$[0,90]_{4s}$	$[0_2, 90_2]_{2s}$	$[0_4, 90_4]_s$	$[45, -45]_{4s}$	$[45_2, -45_2]_{2s}$	$[45_4, -45_4]_s$

Tab. 1. Stratifiés de type $[0_m, 90_m]_{ns}$.

Traction à 0°

Les résultats de traction à 0° pour les différents stratifiés montrent que :

-les plis UD sont sensibles au cumul de plis de même direction (Fig. 3a)

- les plis tissés présentent une résistance moins élevée que le meilleur des UD mais sont moins sensible au cumul (Fig 3b).



Fig. 3a stratifié UD

Fig. 3b stratifié tissé 12K

Traction à 45°

Les résultats de traction à 45° pour les différents stratifiés montrent que :

-les plis UD sont très sensibles au cumul de plis de même direction (Fig. 4a)

- les plis tissés ne sont pas sensible au cumul (Fig 4b).



2.3 Stratifiés de type quasi-isotrope [0m,90m,45m,-45m]ns

Pour cette seconde série dœssais, nous avons effectués des essais sur des stratifiés quasi-isotrpope constitués de plis tissés sergé 2x2 12K et satin 4 3K et UD. Le tableau 2 présente les différentes orientations étudiées. Nous avons effectué une nouvelle fois 3 essais par orientation et les résultats sont données ensuite avec les valeurs moyennes et les écarts types.

Le stratifiés étudiés pour les plis tissés sergé 12K sont $[0,45]_{2s}$ et $[0_2,45_2]_s$ avec en traction à 0° et une traction à 22.5° (suivant la direction la plus éloignée des fibres ou équivalent à $[22.5_m,67.7_m]_{ns}$) et uniquement $[0_2,45_2]_s$ avec en traction à 0° et une traction à 22.5° pour le satin 3K. Pour les plis UD, les stratifiés étudiés sont $[0,90,45,-45]_{2s}$ et $[0_2,90_2,45_2,-45_2]_s$ et une traction à 22.5° (suivant la direction la plus éloignée des fibres ou équivalent à $[22.5_m,67.7_m]_{ns}$).

UD	[0,90,45,-45] _{2s}	$[0_2, 90_2, 45_2, -45_2]_s$	[22.5,-67.5,67,5,-22.5] _{2s}	[22.5,-67.5,67,5,-22.5] _{2s}
Tissé 12K	$[0,45]_{2s}$	$[0_2, 45_2]_s$	[22.5,67.5] _{4s}	$[22.5_2, 67.5_2]_{4s}$
Tissé 3K		$[0_2, 45_2]_s$		$[22.5_2, 67.5_2]_{4s}$

Tab. 2. Stratifiés quasi-isotrope de type $[0_m, 90_m, 45_m, -45_m]_{ns}$.

Traction à 0°

Les résultats de traction à 0° pour les différents stratifiés montrent que :

-les plis UD sont sensibles au cumul de plis de même direction (Fig. 5a)

- les plis tissés présentent une résistance moins élevée que le meilleur des UD mais sont moins sensible au cumul (Fig. 5b et Fig. 5c) pour le sergé 12K et le satin 3K.



Traction à 22.5°

Les résultats de traction à 22.5° pour les différents stratifiés montrent que :

-les plis UD sont très sensibles au cumul de plis de même direction (Fig. 6a)

- les plis tissés satin 3K présentent une résistance plus élevée que løUD (Fig. 6a) et est moins sensible au cumul (Fig. 6c) alors que le tissé le sergé 12K (Fig. 6B) présente des propriétés similaires à løUD.



3. Conclusions

Les résultats de ces essais montrent que la résistance de stratifiés constitués de plis UD est sensible au cumul ou épaisseur de plis de même direction alors que les stratifiés constitués de plis tissés le sont moins. Les mécanismes dœndommagement sont très certainement liés à lœpaisseur des plis. Les mécanismes hors plan peuvent conduire à une rupture prématurée des stratifiés. Ces mécanismes hors plan sont difficiles à décrire à lœide de modèles. Des modélisations des mécanismes intra-laminaires sont plus faciles à mettre en ò uvre mais ne sont adaptées quœux stratifiés tissés ou UD avec des faibles épaisseurs de plis. Les modèles numériques qui intègrent le comportement endommageable intra-laminaires de ces matériaux a déjà été présenté par ailleurs [5, 6].

Références

- [1] P. Ladevèze, E. Le Dantec, õDamage modelling of the elementary ply for laminated compositesö. Composites Science and Technology, Vol. 43 pp. 2576267, 1992.
- [2] C. Hochard, P.A. Aubourg and J.-P. Charles, õModelling of the mechanical behaviour of woven-fabric CFRP laminates up to failureö, Composites Science and Technology, Vol. 61 pp. 221-230, 2000.
- [3] C. Hochard, Y. Thollon, õA generalized damage model for woven laminates under static and fatigue loading conditionsö, Int. J. Fatigue, 32(1), pp. 158-165, 2009.
- [4] J. Payan, õEtude du comportement de composites stratifiés sous chargement statique ou de fatigueö, Thèse Aix-Marseille Université, 2004.
- [5] C. Hochard, õOptimum design of laminated composite structuresö, Composites Structures, Vol. 63 pp. 159-165, 2004.
- [6] C. Hochard, S. Miot, Y. Thollon, N. Lahellec, J.P. Charles, õFatigue of laminated composite structures with stress concentrationsö, Composites: Part B;65 pp. 11-16, 2014