



Estudio de la durabilidad de paneles balísticos en materiales compuestos usados en botes de combate fluvial en condiciones envejecidas por humedad y sujetas a fatiga por impacto

TN Nohora Alejandra Jiménez Abril PhD Juan Pablo Casas Rodríguez MSc David Ricardo Alvarado Carvajal A PICTURE IS WORTH A THOUSAND WORDS

## AGENDA

#### **01** INTRODUCCIÓN

Descripción de la problemática

#### 02 ESTADO DEL ARTE

Estudios realizados al material **03** METODOLOGÍA

> Métodos y procedimientos para el desarrollo del proyecto

#### **04** Materiales y Métodos

Fabricación de probetas y experimentación realizada **05** Resultados y análisis

En modo I y II de falla bajo condiciones cuasi-estáticas y de impactos de baja velocidad **06** CONCLUSIONES

Descripción de resultados

# INTRODUCCIÓN



Encapsulado paneles balísticos (poliéster reforzado con fibra de vidrio y Gelcoat) [3]

Panel de blindaje delaminado [4]

#### ESTADO DEL ARTE Mecánica de la fractura lineal

Es aplicada para verificar la resistencia de un **cuerpo agrietado** y la predicción de la velocidad de **propagación de grietas**, a partir de la distribución **de esfuerzos y deformaciones** presentes en un material sólido



## ESTADO DEL ARTE

	Efectos	en el UHMWPE	
Estudio	Material	Efecto	Resultados
Efecto de las condiciones de procesamiento en las propiedades (Cook, 2010)	SpectraShield 3124 (fibra UHMWPE-resina termoestable)	Variación de temperatura (-80∘C a 40∘C).	No encontró una diferencia perceptible en la resistencia a la tracción en las fibras unidireccionales de UHMWPE por cambios de temperatura durante el procesamiento, concluyendo que el daño se concentra en la matriz y no en la fibra.
Efectos sobre las propiedades de tracción (Zhang, 2003)	Fibras de polietileno de ultra alto peso molecular (UHMWPE)	Irradiación UV con luz solar A 300 horas	Las propiedades de tracción de las fibras de UHMWPE <b>se</b> <b>degradaron</b> . Las observaciones SEM indicaron que se encontró un cambio de un mecanismo de fractura dúctil a frágil después de la irradiación UV.
Estudio de la tenacidad a la fractura (Shanmugam, 2019)	Fibras unidireccionales de UHMWPE y resina Elium termoplástica	Reforzamiento superficial de polidopamina (PDA) y nanotubos de carbono (CNT)	La tenacidad a la fractura en <b>Modo I aumentó</b> , por una fuerte adhesión de fibra/matriz después del tratamiento superficial.
Estudio de la tenacidad a la fractura (Y. Zhaoa, 2018)	Híbrido Carbono(C) - Dyneema (D) C-C, D-D	Comportamiento de la delaminación	<b>Mejoró</b> la tenacidad a la fractura tanto en <b>modo I</b> como en <b>modo</b> <b>II</b> que se atribuyó a la fricción entre las superficies rugosas de delaminación.
Influencia de la degradación ambiental en el comportamiento mecánico (Vivas, 2013)	Dyneema HB2® y Spectra Shield SA-1211 (fibra UHMWPE-resina termoplástica)	Agua desionizada a 35 °C y 50°C , Solución salina a 35°C y Radiación UV	Se concluyó <b>que los cambios más severos en el material</b> <b>fueron producto de la radiación UV</b> a través de la escisión de cadena, en comparación con los resultados obtenidos por humedad y temperatura.

## METODOLOGÍA



# MATERIALES Y MÉTODOS

Fabricación de Probetas

PROPIEDADES MECÁNICAS					
Esfuerzo a la ruptura					
Deformación a la					
ruptura					
Módulo de elasticidad	(E)				
Esfuerzo cortante					
máximo					
Módulo Cortante					
PROPIEDADES FISICAS					
Densidad de área		257-271			
PROPIEDADES TÉRMICAS	3				
Temperatura de fusión		149.7 ºC			
Cristalinidad		88%			
Imagen 4	a. Carac	terización HB24T			

1"x 1/8"



Imagen 5 Ciclo de moldeo por compresión Dyneema BHT [4]

Dinámico

1"x 3/16"



Imagen 6 Especificaciones de las probetas en [mm] [5]



#### MATERIALES Y MÉTODOS Experimentación

Pruebas Cuasi-estáticas

**INSTRON 3367** 





Celda de carga: 500N Velocidad: 1 mm/min

a. b. Imagen 7 Montaje condiciones cuasi-estáticas a. modo I b. modo II



**Pruebas Dinámicas** 

Máquina de impactos de baja energía por caída de masa vertical (DWIT)



a.

Altura: 26mm Tiempo antirreobte: 90 ms

Imagen 8 Montaje condiciones dinámicas a. modo I b. modo II



Condiciones cuasi-estáticas Modo I



Imagen 9 Curva característica carga vs extensión a. sin envejecimiento b. 500 h c. 1000 h



Imagen 10 Tasa de liberación de energía Modo I a. sin envejecimiento b. 500 h c. 1000 h



Imagen 11 Propagación de grieta a 500 h y sin envejecimiento



Imagen 12 Propagación de grieta a 1000 h





Imagen 14 Tasa de liberación de energía Modo II cuasi-estático

Condiciones dinámicas Modo I





Imagen 16 Velocidad de propagación de grieta v<br/>s $G_{Imáx}$ a. sin envejecimiento b. 500 h c. 1000 h



Imagen 17 Propagación de grieta a. sin envejecimiento b. 500h c.1000h



	% Cristalinidad	% Pureza		
Sin envejecimiento		0,98		
Temperatura (50°C) Humedad (80%) 500 h		0,91		
Temperatura (50°C) Humedad (80%) 1000 h		0,90		
Radiación UV		0,87		

	Resultados	cuasi-estáticos
--	------------	-----------------

unidades	Sin envejecimiento	Envejecidas a 500 horas	Envejecidas a 1000 horas	
	126,76 ± 9,28	116,06 ± 13,55	117,44 ± 10,04	
	126,76 ± 9,28	72,06 ± 7,73		

Imagen 19 Resultados tasa de liberación de energía en condiciones cuasi-estáticas

Resultados dinámicos					
		unidades	Sin envejecimiento	Envejecidas a 500 horas	Envejecidas a 1000 horas
				22,46 ± 9,82	
Imagen 20 Resultados tasa de liberación de energía en condiciones dinámicas					

## CONCLUSIONES

- 1. No se reportan cambios significativos en la capacidad de absorción de energía en modo I de falla bajo condiciones cuasi-estáticas por temperatura y humedad a 500 y 1000 horas de envejecimiento, en contraste con los datos obtenidos por radiación UV.
- 2. El envejecimiento por acción de rayos **UV afecta drásticamente** al material en modo I de falla, y esta respuesta es consistente tanto en condiciones dinámicas como cuasi-estáticas.
- 3. Los laminados de fibras de polietileno de ultra alto peso molecular con resina de poliuretano cuando están sometidos a **cargas por impacto requieren menos energía** para propagar grieta en comparación a cuando son sometidos a condiciones cuasi-estáticas.
- 4. La energía necesaria para propagar grieta en **modo II es menor que en modo I** tanto en condiciones dinámicas como en condiciones cuasi-estáticas, relacionado con la degradación de la matriz debido a su envejecimiento.
- 5. La capacidad de absorción de energía **es menor a medida que aumenta el tiempo** de envejecimiento bajo las condiciones establecidas

## REFERENCIAS

[1] T. L. Anderson, Fracture Mechanics: Fundamentals and Applications, United States of America: Taylor and Francis: Third edition, 2005.

[2] Anónimo, «La Armada Colombiana incorpora dos de los ocho botes de Combate Fluvial de Bajo Calado previstos,» Infodefensa, 2021.

[3] COTECMAR, «Manual del usuario,» Cartagena, 2020.

[4] D. Brand, Recommended Pressure Cycle (metric), Holanda: Royal DSM NV, 2009.

[5] A. AC09036782, «Standard test method for mode I interlaminar fracture toughness of unidirectional fiber-reinforced polymer matrix composites,» ASTM Internat., 2007.

[6] DSMBrand, "Flammability of Dayneema," 2007

[7] A. International, «Standard Test Method for Determination of the Mode II Interlaminar 56 Fracture Toughness of Unidirectional Fiber-Reinforced Polymer Matrix Composites,» doi: 10.1520/D7905\_D7905M-19E01.

[8] A. G154-12a, Standard practice for operating fluorescent ultraviolet (UV) lamp apparatus for exposure of nonmetallic materials, American Society for Testing and Materials, West Conshohocken, PA, 2012.

[9] V. Vivas, Influência da degradação ambiental no comportamento mecânico e balístico de compósitos produzidos com fibra de polietileno de ultra alto peso molecular, Instituto Militar de Engenharia, 2013.

[10] F. P. Cook, Characterization of UHMWPE Laminates for High Strain Rate Applications, Virginia Tech, 2010.

[11] M. C. W. L. V. T. T. T. Y. Zhaoa, Interlaminar fracture toughness of hybrid woven carbon-Dyneema T composites, Shanghai: Donghua University, 2018.

[12] L. a. K. M. a. R. Z. a. L. D. a. W. X. a. W. B. a. Y. L. a. Y. J. Shanmugam, Enhanced mode I fracture toughness of UHMWPE fabric/thermoplastic laminates with combined surface treatments of polydopamine and functionalized carbon nanotubes, vol. 178, Elsevier, Ed., 2019, p. 107450.

[13] S. A. a. F. B. D. a. B. O. M. a. C. J. M. a. W. T. M. Maher, Effect of crosslinking, remelting, and aging on UHMWPE damage in a linear experimental wear model, vol. 25, W. O. Library, Ed., Journal of orthopaedic research, 2007, pp. 849-857.

# GRACIAS